УДК 536.21

Определение верхней и нижней границ эффективных коэффициентов теплопроводности пространственно-армированных композитов на основе энергетического критерия эквивалентности^{*}

А.П. Янковский

Институт теоретической и прикладной механики им. С.А. Христиановча СО РАН, Новосибирск

E-mail: nemirov@itam.nsc.ru

Предложены модели теплопроводности пространственно-армированной волокнистой среды при общей анизотропии материалов компонент композиции, базирующиеся на условии равенства диссипации в эквивалентном материале и рассматриваемом композите. Проведено сравнение расчетных значений эффективных коэффициентов теплопроводности однонаправленно и перекрестно армированных композитов с экспериментальными данными; продемонстрировано удовлетворительное согласование расчетных и экспериментальных значений этих величин. Показано, что предложенные модели дают оценки сверху и снизу для расчетных значений эффективных коэффициентов теплопроводности волокнистой композиции.

Ключевые слова: композиты, пространственное армирование, структурная теория, теплопроводность, анизотропия общая, энергетическая эквивалентность, верхняя и нижняя оценки, сравнение с экспериментом.

Введение

Традиционной структурой композиционных материалов является слоистая (например, в тонкостенных конструкциях типа оболочек и пластин), когда траектории армирования лежат в плоскостях слоев, связь между которыми осуществляется через прослойки связующего (критический анализ некоторых структурных моделей теплофизического поведения таких композитов проведен в работах [1, 2]). Однако особое внимание к себе привлекают композиционные материалы с пространственным расположением арматуры. Целесообразность пространственного расположения арматуры определяется не только возможностью ликвидировать такой недостаток слоистых композитов, как опасность расслоения вследствие слабого сопротивления сдвигу и поперечному отрыву, но и возможностью локализовать в пределах нескольких пространственных ячеек распространение трещин.

^{*} Работа выполнена при финансовой поддержке РФФИ (проект № 10-01-90402-Укр_а) и Президиума СО РАН (постановление № 10 от 15.01.09, проект № 72).

А.П. Янковский

Этим резко повышается несущая способность материала в толстостенных конструкциях, особенно в зонах приложения локализованных нагрузок и концентраторов напряжений при нестационарных термосиловых воздействиях, характерных для современных технических устройств [3]. Кроме того, при эксплуатации гибких тонкостенных волокнистых конструкций изначально плоские структуры армирования могут в процессе деформирования трансформироваться в пространственные структуры.

В связи с этим актуальной является проблема моделирования процессов теплопроводности в пространственно-армированных средах с произвольной анизотропией материалов компонент композиции. Изучению этого вопроса посвящена настоящая работа, которая в этом смысле продолжает исследования, опубликованные в [2], где рассматривался частный случай такого армирования, а именно, случай ориентации волокон по трем взаимно ортогональным направлениям.

Структурные модели теплопроводности пространственно-армированного гибридного композита

Так как наличие арматуры с различными физико-механическими характеристиками значительно расширяет диапазон свойств композиционных материалов с пространственной схемой армирования [3], то в глобальной декартовой системе координат x_1, x_2, x_3 рассмотрим гибридный композит, армированный в произвольных направлениях *N* семействами прямолинейных волокон (возможно, разной физической природы) с интенсивностями ω_k (k = 1, 2, ..., N). Удельное объемное содержание связующего обозначим через ω_0 , тогда имеет место условие нормировки

$$\omega_0 + \sum_k \omega_k = 1 \quad (\omega_0 > 0, \quad \omega_k \ge 0, \quad 1 \le k \le N)$$
 (1)

(здесь и далее суммирование производится по указанному индексу от 1 до N, если не указаны пределы).

Кроме условия нормировки (1) должны выполняться и физические условия взаимного непроникновения материалов различных компонент композиции. Эти условия накладывают определенные ограничения на предельно допустимые значения суммарных плотностей армирования (на значение суммы, определенной в (1)) при плотной упаковке армирующих элементов. Так, в работе [3] приведены указанные предельные значения для некоторых структур пространственного армирования композитной среды, которые меньше единицы. Далее в настоящем исследовании предполагается, что эти ограничения на значения суммарных плотностей армирования выполняются. (При построении моделей теплофизического поведения рассматриваемого композита знание конкретных чисел ω_0 , ω_k не обязательно, важным является выполнение условия нормировки (1).)

С каждым *k*-м семейством волокон свяжем свою локальную ортогональную систему координат $x_1^{(k)}, x_2^{(k)}, x_3^{(k)}$ (k = 1, 2, ..., N) так, чтобы ось $x_1^{(k)}$ совпадала с направлением траекторий армирования этого семейства, а оси $x_2^{(k)}, x_3^{(k)}$ были перпендикулярны этим траекториям (см. рис.). Углы между глобальными и локальными осями определяются табл. 1 направляющих косинусов.

Все компоненты композиции предполагаются анизотропными материалами, причем для удобства изложения (хотя это и не принципиально) теплофизические характеристики связующего заданы в глобальной системе координат x_1, x_2, x_3 ,

Puc.	Локальная	система	координат,	связанная
с волокном k-го семейства.				

а волокон k-го семейства — в локальной системе $x_1^{(k)}, x_2^{(k)}, x_3^{(k)};$ эффективные характеристики композиции определяют-ся также в глобальной системе координат.

Согласно вышеизложенному, соотношения закона теплопроводности Фурье для эквивалентной композитной среды и компонент композиции в матричной форме имеют вид



$$\mathbf{q} = -\Lambda \mathbf{g}, \quad \mathbf{q}_0 = -\Lambda_0 \mathbf{g}_0, \quad \overline{\mathbf{q}}_k = -\overline{\Lambda}_k \overline{\mathbf{g}}_k \quad (k = 1, 2, ..., N), \tag{2}$$

где

$$\mathbf{q}^{*} = \{q_{1}, q_{2}, q_{3}\}, \quad \mathbf{g}^{*} = \{g_{1}, g_{2}, g_{3}\}, \quad \mathbf{g} = \operatorname{grad}_{x}T, \quad \mathbf{q}_{0}^{*} = \{q_{1}^{(0)}, q_{2}^{(0)}, q_{3}^{(0)}\}, \\ \mathbf{g}_{0}^{*} = \{g_{1}^{(0)}, g_{2}^{(0)}, g_{3}^{(0)}\}, \quad \mathbf{g}_{0} = \operatorname{grad}_{x}T_{0}, \quad \overline{\mathbf{q}}_{k}^{*} = \{\overline{q}_{1}^{(k)}, \overline{q}_{2}^{(k)}, \overline{q}_{3}^{(k)}\}, \quad (3) \\ \overline{\mathbf{g}}_{k}^{*} = \{\overline{g}_{1}^{(k)}, \overline{g}_{2}^{(k)}, \overline{g}_{3}^{(k)}\}, \quad \overline{\mathbf{g}}_{k} = \operatorname{grad}_{x_{k}}T_{k} \quad (1 \le k \le N), \end{cases}$$

"звездочка" означает операцию транспонирования; $\Lambda = (\lambda_{ij}), \Lambda_0 = (\lambda_{ij}^{(0)}), \overline{\Lambda}_k = (\overline{\lambda}_{ij}^{(k)})$ — 3×3 симметричные матрицы коэффициентов теплопроводности фиктивного материала, связующего и волокон *k*-го семейства соответственно, **q**, **q**₀, $\overline{\mathbf{q}}_k$ — векторы тепловых потоков в тех же материалах соответственно, T, T_0, T_k — температуры в тех же материалах соответственно, grad_x, grad_{xk} — вычисление градиента в глобальной x_1, x_2, x_3 и локальной $x_1^{(k)}, x_2^{(k)}, x_3^{(k)}$ системах координат соответственно. В соотношениях (2), (3) и далее чертой сверху будем обозначать величины, определенные в локальной системе координат $x_1^{(k)}, x_2^{(k)}, x_3^{(k)}$, связанной с *k*-м семейством волокон, а те же величины, определенные в глобальной системе x_1, x_2, x_3 , будем обозначать теми же символами, но без черты.

В случаях, когда волокна изготовлены из изотропных или монотропных (с главной осью анизотропии, совпадающей с направлением армирования) материалов, направляющие косинусы $l_{ij}^{(k)}$ (см. табл. 1) можно однозначно определить с помощью двух углов сферической системы координат (см. рис.): полярного расстоя-

Таблица 1

Оси	<i>x</i> ₁	<i>x</i> ₂	<i>x</i> ₃
$x_1^{(k)}$	$l_{11}^{(k)}$	$l_{12}^{(k)}$	$l_{13}^{(k)}$
$x_2^{(k)}$	$l_{21}^{(k)}$	$l_{22}^{(k)}$	$l_{23}^{(k)}$
$x_3^{(k)}$	$l_{31}^{(k)}$	$l_{32}^{(k)}$	$l_{33}^{(k)}$

Направляющие косинусы между глобальной и k-й локальной системами координат [4]

ния θ_k и долготы φ_k . При этом ось $x_2^{(k)}$ удобно получить поворотом оси x_2 на угол φ_k вокруг оси x_3 (именно этот случай изображен на рисунке), а направление оси $x_3^{(k)}$ определяется векторным произведением ортов, задающих направления $x_1^{(k)}$, $x_2^{(k)}$. Направляющие косинусы $l_{ij}^{(k)}$ при таком задании локальной системы координат вычисляются по формулам:

$$l_{11}^{(k)} = \sin \theta_k \cos \varphi_k, \quad l_{12}^{(k)} = \sin \theta_k \sin \varphi_k, \quad l_{13}^{(k)} = \cos \theta_k, \\ l_{21}^{(k)} = -\sin \varphi_k, \quad l_{22}^{(k)} = \cos \varphi_k, \quad l_{23}^{(k)} = 0, \quad l_{31}^{(k)} = -\cos \theta_k \cos \varphi_k, \quad (4)$$

$$l_{32}^{(k)} = -\cos \theta_k \sin \varphi_k, \quad l_{33}^{(k)} = \sin \theta_k, \quad 1 \le k \le N$$

(соотношения (4) могут быть использованы и в случае общей анизотропии материалов арматуры, но тогда все характеристики материала волокон k-го семейства обязательно должны быть заданы именно в этой системе координат).

Так как установить фактическое распределение тепловых потоков и температурного поля в пространственно-армированном материале весьма затруднительно, то при нахождении практически пригодных зависимостей для определения шести независимых теплофизических характеристик в виде компонент линейной теплопроводности λ_{ij} ($\lambda_{ij} = \lambda_{ji}$, i, j = 1, 2, 3) необходимо сделать некоторые допущения, аналогичные тем, что были использованы в [2, 5] для вывода формул, определяющих эффективные коэффициенты теплопроводности однонаправленно и ортогонально армированных сред:

 Армированный материал представляет собой сплошное макроскопически квазиоднородное анизотропное тело. (При достаточно густом равномерном насыщении связующего волокнами это предположение вполне допустимо. К этому выводу приходят все исследователи, изучающие свойства армированных сред [4].)

 На границах между связующим и армирующими элементами реализуются условия идеального теплового контакта.

3. Приращение усредненной температуры *T* вдоль произвольно ориентированного отрезка элементарной длины *dl* равно сумме приращений температур в компонентах композиции, которые этот отрезок пересекает.

 Связь между вектором теплового потока и градиентом температуры во всех компонентах композиции подчиняется линейному закону теплопроводности Фурье (2).

 В качестве условия эквивалентности выступает равенство удельной диссипации в фиктивном однородном анизотропном материале диссипации в рассматриваемом композите.

При переходе от глобальной системы координат x_1, x_2, x_3 к локальной системе $x_1^{(k)}, x_2^{(k)}, x_3^{(k)}$ имеют место преобразования векторов (3):

$$\overline{\mathbf{q}}_{k} = L_{k}\mathbf{q}_{k} \quad (\overline{q}_{i}^{(k)} = \sum_{j=1}^{3} l_{ij}^{(k)} q_{j}^{(k)}), \quad \overline{\mathbf{g}}_{k} = L_{k}\mathbf{g}_{k} \quad (\overline{g}_{i}^{(k)} = \sum_{j=1}^{3} l_{ij}^{(k)} g_{j}^{(k)}, \quad i = 1, 2, 3) \quad (5)$$

и обратные им преобразования:

$$\mathbf{q}_k = L_k^* \overline{\mathbf{q}}_k, \quad \mathbf{g}_k = L_k^* \overline{\mathbf{g}}_k, \quad 1 \le k \le N,$$
(6)

где $L_k = (l_{ij}^{(k)}) - 3 \times 3$ ортогональная матрица (см. табл. 1).

Из допущения 3 по аналогии с [2, 5] вытекает равенство

$$\mathbf{g} = \omega_0 \mathbf{g}_0 + \sum_k \omega_k \mathbf{g}_k. \tag{7}$$

100

Таким образом допущение 3 эквивалентно допущению 3': градиент усредненной температуры T подсчитывается по правилу простой смеси от градиентов температур T_0 , T_k в компонентах композиции.

Из допущения 2 и условий сопряжения тепловых потоков и полей температур на границах контакта связующего и армирующих элементов с учетом соотношений, аналогичных (5), получим

$$\overline{q}_i^{(k)} = \overline{q}_i^{(0)} = \sum_{j=1}^3 l_{ij}^{(k)} q_j^{(0)} \quad (i = 2, 3, \ 1 \le k \le N),$$
(8)

$$\overline{g}_{1}^{(k)} = \overline{g}_{1}^{(0)} = \sum_{j=1}^{3} l_{1j}^{(k)} g_{j}^{(0)} \qquad \left(\frac{\partial T_{k}}{\partial x_{1}^{(k)}} = \frac{\partial T_{0}}{\partial x_{1}^{(k)}} = \sum_{j=1}^{3} l_{1j}^{(k)} \frac{\partial T_{0}}{\partial x_{j}}, \quad 1 \le k \le N \right).$$
(9)

Из равенств (8), (9) с учетом (2) и допущения 4 следует

$$\overline{g}_{1}^{(k)} = \sum_{j=1}^{3} l_{1j}^{(k)} g_{j}^{(0)}, \quad \sum_{j=1}^{3} \overline{\lambda}_{ij}^{(k)} \overline{g}_{j}^{(k)} = \sum_{j=1}^{3} l_{ij}^{(k)} \sum_{m=1}^{3} \lambda_{jm}^{(0)} g_{m}^{(0)} \quad (i = 2, 3, \ 1 \le k \le N).$$
(10)

Эту систему запишем в матричной форме

$$B_k \overline{\mathbf{g}}_k = C_k \mathbf{g}_0, \quad 1 \le k \le N, \tag{11}$$

где компоненты 3×3 матриц $B_k = (B_{ij}^{(k)}), C_k = (C_{ij}^{(k)}),$ согласно (10), определяются так:

$$B_{11}^{(k)} = 1, \quad B_{1j}^{(k)} = 0 \quad (j = 2, 3), \quad B_{ij}^{(k)} = \overline{\lambda}_{ij}^{(k)} \quad (i = 2, 3, j = 1, 2, 3),$$

$$C_{1j}^{(k)} = l_{1j}^{(k)} \quad (j = 1, 2, 3), \quad C_{ij}^{(k)} = \sum_{m=1}^{3} l_{im}^{(k)} \lambda_{mj}^{(0)} \quad (i = 2, 3, j = 1, 2, 3).$$
(12)

В силу (12) det $B_k \neq 0$, поэтому из (11) получаем

$$\overline{\mathbf{g}}_k = E_k \mathbf{g}_0 \quad (1 \le k \le N), \tag{13}$$

где

$$E_k = B_k^{-1} C_k, \tag{14}$$

 B_k^{-1} — 3×3 матрица, обратная B_k .

Соотношение (13) определяет градиент температуры $\overline{\mathbf{g}}_k$ в волокнах *k*-го семейства (определенный в локальной системе координат $x_i^{(k)}$) через градиент температуры \mathbf{g}_0 в связующем (заданный в глобальной системе x_i).

Подставим второе равенство (6) в соотношение (7) и учтем (13):

$$\mathbf{g} = \omega_0 \mathbf{g}_0 + \sum_k \omega_k L_k^* \overline{\mathbf{g}}_k = \left(\omega_0 I + \sum_k \omega_k L_k^* E_k \right) \mathbf{g}_0, \tag{15}$$

где $I - 3 \times 3$ единичная матрица. Выразим из (15) \mathbf{g}_0 через \mathbf{g} , тогда

$$\mathbf{g}_0 = H\mathbf{g},\tag{16}$$

где

$$H = \left(\omega_0 I + \sum_k \omega_k L_k^* E_k\right)^{-1}.$$
 (17)

101

Соотношение (16) определяет градиент температуры T_0 в связующем через градиент усредненной температуры T.

Согласно допущениям 1, 5 и выражению для диссипации D [6] имеем

$$D = 1/2 \mathbf{g}^* \Lambda \mathbf{g} = 1/2 \,\omega_0 \mathbf{g}_0^* \Lambda_0 \mathbf{g}_0 + 1/2 \sum_k \omega_k \overline{\mathbf{g}}_k^* \overline{\Lambda}_k \overline{\mathbf{g}}_k.$$
(18)

Используя (13), исключим из (18) векторы $\overline{\mathbf{g}}_k$:

$$\mathbf{g}^* \Lambda \mathbf{g} = \omega_0 \mathbf{g}_0^* \Lambda_0 \mathbf{g}_0 + \sum_k \omega_k \mathbf{g}_0^* E_k^* \overline{\Lambda}_k E_k \mathbf{g}_0 = \mathbf{g}_0^* \left(\omega_0 \Lambda_0 + \sum_k \omega_k E_k^* \overline{\Lambda}_k E_k \right) \mathbf{g}_0$$

Отсюда, с учетом (16), получим

$$\mathbf{g}^* \Lambda \mathbf{g} = \mathbf{g}^* H^* \left(\omega_0 \Lambda_0 + \sum_k \omega_k E_k^* \overline{\Lambda}_k E_k \right) H \mathbf{g}.$$
(19)

Так как равенство в (19) должно выполняться при произвольном векторе **g**, то из него вытекает следующее соотношение:

$$\Lambda = H^* \left(\omega_0 \Lambda_0 + \sum_k \omega_k E_k^* \overline{\Lambda}_k E_k \right) H,$$
(20)

где нужно учесть выражения для 3×3 матриц (17), (14), (12).

Таким образом, равенство (20) определяет в матричной форме все эффективные коэффициенты теплопроводности пространственно-армированного композита.

Важной особенностью предложенной модели является возможность определения по градиенту усредненной температуры \mathbf{g} (см. (3)) тепловых потоков и градиентов температур \mathbf{g}_0 , $\overline{\mathbf{g}}_k$ во всех компонентах композиции. Действительно, если из решения задачи теплопроводности для эквивалентной среды известен градиент усредненной температуры $\mathbf{g} = \operatorname{grad}_x T$, то из (16) и (13) можно последовательно определить градиенты температур в связующем \mathbf{g}_0 и армирующих волокнах $\overline{\mathbf{g}}_k$, а затем, используя закон Фурье (2), можно вычислить и тепловые потоки в соответствующих компонентах композиции (\mathbf{q}_0 , $\overline{\mathbf{q}}_k$). Знание же градиентов температур \mathbf{g}_0 , $\overline{\mathbf{g}}_k$ имеет принципиальное значение, например, при использовании в дальнейшем нелокальных структурных критериев (теорий) прочности в случаях расчета композитной конструкции при интенсивном термосиловом нагружении.

Эффективные коэффициенты теплопроводности пространственно-армированного композита выше были получены на основе метода, который условно можно назвать "статическим", так как в качестве одной из гипотез (допущения 3') использовалось равенство (7), связывающее между собой градиент усредненной температуры **g** с градиентами температур в компонентах композиции $\mathbf{g}_0, \mathbf{g}_k$, которые представляют собой термодинамические силы [6]. При этом никаких допущений о связи усредненного теплового потока **q** в композиции с тепловыми потоками $\mathbf{q}_0, \mathbf{q}_k$ в фазовых материалах не делалось. Определить же эффективные теплофизические характеристики рассматриваемого композита можно, введя соответствующую гипотезу, позволяющую связать **q** с $\mathbf{q}_0, \mathbf{q}_k$, и не делая никаких допущений о связи **g** с $\mathbf{g}_0, \mathbf{g}_k$ ($1 \le k \le N$). Так как, согласно работе [6], с точки зрения термодинамики тепловые потоки являются скоростями тепловых смещений, то второй подход можно условно назвать «кинематическим» методом определения эффективных коэффициентов теплопроводности композита.

По аналогии с подходами структурной механики композитов [7], с учетом введенных понятий "кинематического" и "статического" методов (в термодинамическом смысле), можно показать, что статический метод дает верхнюю оценку расчетных значений эффективных коэффициентов теплопроводности композита, а кинематический метод — нижнюю оценку этих же величин. Знание же верхней и нижней оценок дает представление о точности определения расчетных характеристик композиции.

В связи с этим, далее настоящее исследование посвятим вычислению эффективных коэффициентов теплопроводности пространственно-армированного гибридного композита кинематическим методом. При этом допущения 1, 2, 4, 5 остаются без изменений, а вместо гипотезы 3 (или, что то же самое, 3') примем следующее предположение:

З" усредненный тепловой поток через произвольно ориентированную элементарную площадку подсчитывается по правилу простой смеси тепловых потоков в компонентах композиции.

Соотношения закона Фурье (2) в этом случае целесообразно переписать в следующей форме:

$$\mathbf{g} = -K\mathbf{q}, \quad \mathbf{g}_0 = -K_0\mathbf{q}_0, \quad \overline{\mathbf{g}}_k = -\overline{K}_k\overline{\mathbf{q}}_k \quad (k = 1, 2, ..., N), \tag{21}$$

где $K \equiv (\kappa_{ij}) = \Lambda^{-1}, K_0 \equiv (\kappa_{ij}^{(0)}) = \Lambda_0^{-1}, \overline{K}_k \equiv (\overline{\kappa}_{ij}^{(k)}) = \overline{\Lambda}_k^{-1} - 3 \times 3$ симметричные матрицы, обратные матрицам $\Lambda, \Lambda_0, \overline{\Lambda}_k$, элементы матриц K_0, \overline{K}_k известны, а элементы матрицы K подлежат определению.

Согласно допущению 5, с учетом (21), вместо (18) получим ([6])

$$D \equiv 1/2 \mathbf{q}^* K \mathbf{q} = 1/2 \,\omega_0 \mathbf{q}_0^* K_0 \mathbf{q}_0 + 1/2 \sum_k \omega_k \overline{\mathbf{q}}_k^* \overline{K}_k \overline{\mathbf{q}}_k.$$
(22)

Выразим в (22) $\bar{\mathbf{q}}_k$ через \mathbf{q}_0 . С этой целью используем условия сопряжения теплофизических полей (8), (9), из которых с учетом (21) и допущения 4 следует

$$\sum_{j=1}^{3} \overline{\kappa}_{1j}^{(k)} \overline{q}_{j}^{(k)} = \sum_{j=1}^{3} l_{1j}^{(k)} \sum_{m=1}^{3} \kappa_{jm}^{(0)} q_{m}^{(0)}, \quad \overline{q}_{i}^{(k)} = \sum_{j=1}^{3} l_{ij}^{(k)} q_{j}^{(0)} \quad (i = 2, 3, \ 1 \le k \le N).$$
(23)

Эту систему запишем в матричной форме

$$Q_k \overline{\mathbf{q}}_k = F_k \mathbf{q}_0, \quad 1 \le k \le N, \tag{24}$$

где ненулевые элементы 3×3 матриц $Q_k = (Q_{ij}^{(k)}), F_k = (F_{ij}^{(k)}),$ согласно (23), определяются так:

$$Q_{1j}^{(k)} = \overline{\kappa}_{1j}^{(k)}, \quad F_{1j}^{(k)} = \sum_{m=1}^{3} l_{1m}^{(k)} \kappa_{mj}^{(0)} \quad (j = 1, 2, 3),$$

$$Q_{ii}^{(k)} = 1, \quad F_{ij}^{(k)} = l_{ij}^{(k)} \quad (i = 2, 3, \ j = 1, 2, 3, \ 1 \le k \le N).$$
(25)

В силу (25) det $Q_k \neq 0$, поэтому из (24) получаем

$$\overline{\mathbf{q}}_k = G_k \mathbf{q}_0, \quad 1 \le k \le N, \tag{26}$$

103

где

$$G_k = Q_k^{-1} F_k, \qquad (27)$$

 Q_k^{-1} — 3×3 матрица, обратная Q_k .

Соотношение (26) определяет тепловой поток $\bar{\mathbf{q}}_k$ в волокнах *k*-го семейства (определенный в локальной системе координат $x_i^{(k)}$) через тепловой поток \mathbf{q}_0 в связующем (заданный в глобальной системе x_i).

Подставим (26) в равенство (22), получим:

$$\mathbf{q}^* K \mathbf{q} = \omega_0 \mathbf{q}_0^* K_0 \mathbf{q}_0 + \sum_k \omega_k \mathbf{q}_0^* G_k^* \bar{K}_k G_k \mathbf{q}_0 = \mathbf{q}_0^* \bigg(\omega_0 K_0 + \sum_k \omega_k G_k^* \bar{K}_k G_k \bigg) \mathbf{q}_0.$$
(28)

Выразим здесь \mathbf{q}_0 через \mathbf{q} . С этой целью воспользуемся допущением 3", из которого следует

$$\mathbf{q} = \omega_0 \mathbf{q}_0 + \sum_k \omega_k \mathbf{q}_k.$$

Исключим из (29) векторы \mathbf{q}_k , используя последовательно соотношения (6) и (26):

$$\mathbf{q} = \omega_0 \mathbf{q}_0 + \sum_k \omega_k L_k^* \overline{\mathbf{q}}_k = \omega_0 \mathbf{q}_0 + \sum_k \omega_k L_k^* G_k \mathbf{q}_0 = \left(\omega_0 I + \sum_k \omega_k L_k^* G_k\right) \mathbf{q}_0.$$

Отсюда следует

$$\mathbf{q}_0 = P\mathbf{q},\tag{30}$$

где 3×3 матрица

$$P = \left(\omega_0 I + \sum_k \omega_k L_k^* G_k\right)^{-1}.$$
(31)

Соотношение (30) определяет тепловой поток в связующем \mathbf{q}_0 через усредненный тепловой поток \mathbf{q} в композиции.

Подставим (30) в равенство (28), получим

$$\mathbf{q}^* K \mathbf{q} = \mathbf{q}^* P^* \left(\omega_0 K_0 + \sum_k \omega_k G_k^* \overline{K}_k G_k \right) P \mathbf{q}.$$
(32)

Так как равенство в (32) должно выполняться при произвольном векторе **q**, то из него вытекает следующее соотношение:

$$K = P^* \left(\omega_0 K_0 + \sum_k \omega_k G_k^* \overline{K}_k G_k \right) P,$$
(33)

где нужно учесть выражения для 3×3 матриц (31), (27), (25). В силу самого определения матриц Λ , K (см. (2), (21)) из (33) вытекает

$$\Lambda = K^{-1}.\tag{34}$$

Таким образом, равенства (34), (33) определяют в матричной форме все эффективные коэффициенты теплопроводности пространственно-армированного композита, полученные на основе кинематического метода.

В рамках этого подхода так же, как и в случае статического метода, можно определить тепловые потоки и градиенты температур в компонентах композиции через усредненный тепловой поток в фиктивном материале. Действительно, если из решения задачи теплопроводности для эквивалентной среды известен усредненный тепловой поток **q**, то из (30), (26) можно последовательно определить тепловые потоки в связующем \mathbf{q}_0 и арматуре $\overline{\mathbf{q}}_k$, а затем, используя закон Фурье в форме (21), можно вычислить и градиенты температур в соответствующих компонентах композиции (\mathbf{g}_0 , $\overline{\mathbf{g}}_k$).

В силу самой структуры правых частей в равенствах (20), (33) и в силу симметрии матриц Λ_0 , $\overline{\Lambda}_k$, K_0 , \overline{K}_k , разыскиваемые матрицы Λ , K также являются симметричными, что находится в полном согласии с постулатом Онзагера.

Полученные в настоящем исследовании соотношения (20), (33), (34) могут быть использованы для определения эффективных коэффициентов теплопроводности композитов, армированных усиливающими элементами с покрытиями (типа борных волокон [8]), а также при учете переходных зон, возникающих в силу химического взаимодействия арматуры со связующим на границах их контактов (зоны интерметаллидов в металлокомпозитах и т. п.) или частичного разрушения компонент композиции на этих границах. Для этого указанные покрытия или зоны нужно рассматривать как дополнительные фиктивные семейства волокон или дисперсных включений, удельное объемное содержание и теплофизические характеристики которых известны.

Помимо эффективных коэффициентов теплопроводности $\Lambda = (\lambda_{ij}) (\lambda_{ij} = \lambda_{ji})$

i, j = 1, 2, 3) важной интегральной теплофизической характеристикой композита является удельная теплоемкость C, которая для армированного материала, как и приведенная объемная плотность R, определяется по правилу простой смеси [9]

$$C = \omega_0 \rho_0 c_0 + \sum_k \omega_k \rho_k c_k, \quad R = \omega_0 \rho_0 + \sum_k \omega_k \rho_k,$$

где ρ_0 , ρ_k — объемные плотности материалов связующего и волокон *k*-го семейства соответственно, c_0 , c_k — удельные теплоемкости тех же материалов.

Сравнение расчетных и экспериментальных значений эффективных характеристик теплопроводности волокнистых материалов

Прежде всего, отметим: при попытке сравнения результатов расчетов с экспериментальными данными приходится часто сталкиваться с тем, что в опубликованных работах не всегда приводятся необходимые данные о свойствах материалов компонент, композиций и структуре армирования (плотности и точном направлении армирования). Поэтому ниже при сравнении использовалась та доступная справочная литература, в которой были приведены необходимые для сравнительного анализа характеристики.

Сначала рассмотрим однонаправленно армированный вдоль оси x_1 (N = 1, $\theta_1 = \pi/2$, $\varphi_1 = 0$, см. (4)) "микропластик" на основе волокон кевлар-49 и эпоксисвязующего DER 332/Джеффамин Т-403 (коэффициенты теплопроводности компонент композиции приведены в табл. 2).

Таблица 2

Направление	Значение $\lambda_{ii}^{(0)}$ (Вт/м·К) для эпокси- связующего DER 332/Джеффамин T-403 ([8], стр. 106)	Значения $\overline{\lambda}_{11}^{(k)}$, $\overline{\lambda}_{22}^{(k)} = \overline{\lambda}_{33}^{(k)}$ (Вт/м-К) для волокон кевлар-49 ([8], стр. 352)
Вдоль волокон	0,133	4,816 $(\bar{\lambda}_{11}^{(k)})$
Поперек волокон	0,133	4,110 $(\bar{\lambda}_{22}^{(k)} = \bar{\lambda}_{33}^{(k)})$

Коэффициенты теплопроводности фазовых материалов «микропластика»

Таблица З

Источник данных	$\lambda_{11}, BT/M \cdot K$	$\lambda_{22} = \lambda_{33}, \ \mathrm{Bt/m\cdot K}$
Экспериментальные значения ([8], стр. 368)	3,22	0,35
Расчетная формула (20)	2,9428	0,3171
Структурные модели из [2, 5]	2,9428	0,3171
Расчетные формулы (33), (34)	2,9428	0,3171

Значения эффективных коэффициентов теплопроводности однонаправленного «микропластика» на основе кевлара-49 и эпоксисвязующего DER 332/Джеффамин T-403 при плотности армирования *Ф*₁ = 0,6

В табл. З приведены экспериментальные и расчетные (определенные на основе трех моделей) значения λ_{11} , $\lambda_{22} = \lambda_{33}$ для указанной композиции при плотности армирования $\omega_1 = 0, 6$. Из этой таблицы следует, что все три использованные структурные модели теплопроводности в случае однонаправленно армированного композита дают одни и те же результаты (отметим, что модели, предложенные в [2, 5], не базировались на энергетическом условии эквивалентности (18) или (22), в них вместо допущения 5 использовалась гипотеза 3") Из табл. З вытекает, что рассчитанные значения коэффициента продольной теплопроводности рассматриваемой композиции λ_{11} меньше экспериментального значения на 8,6 %, а расчетные значения коэффициентов поперечной теплопроводности ($\lambda_{22} = \lambda_{33}$) меньше экспериментального значения на 9,4 %.

В работе [10] проведено сравнение с экспериментом не только для модели, предложенной в [5], но и для других структурных теплофизических моделей волокнистых сред, представленных в работах [11], [12]. Как показано в работе [10], обе эти модели хуже согласуются с экспериментом (отклонение для $\lambda_{22} = \lambda_{33}$ составляет более 30 %) по сравнению с расчетными значениями, приведенными в табл. 3.

Как уже отмечалось во введении, на практике армирование конструкций осуществляется не в одном направлении, а перекрестно несколькими семействами волокон. В табл. 4 приведены расчетные значения эффективных коэффициентов теплопроводности ортогонально армированного в плоскости x_1, x_2 (N = 2, $\theta_1 = \theta_2 = \pi/2$, $\varphi_1 = 0$, $\varphi_2 = \pi/2$, см. (4)) органопластика на основе эпоксисвязующего и волокон кевлар-49. Как видно из этой таблицы, в случае перекрестной укладки в плоскости x_1 , x_2 волокон из одного и того же материала ($\overline{\lambda}_{ii}^{(1)} = \overline{\lambda}_{ii}^{(2)}$, i = 1, 2, 3) коэффициент поперечной теплопроводности λ_{33} композиции не зависит от количественного распределения волокон в разных направлениях армирования, а зависит лишь от удельной суммарной интенсивности армирования $\Omega = \omega_1 + \omega_2$ (в рамках структурной модели из работы [2] этот факт был предсказан теоретически; см. [2, 10]). Кроме того, согласно табл. 4, расчетные значения λ_{33} , определенные по всем трем исследуемым моделям, полностью совпадают и отличаются от эксперимента (см. сноску в табл. 4) всего на 8,9 %. Напротив, при определении эффективных коэффициентов теплопроводности композиции в плоскости армирования существенное влияние на расчетные значения λ_{ii} оказывает удельное объемное содержание волокон ω_i в каждом направлении армирования x_i (i = 1, 2), а также выбор теплофизической модели композиции. Из табл. 4 видно, что, как и было предсказано в предыдущем разделе, расчетная формула (20) ("статический" метод) дает верхнюю оценку, а формулы (33), (34) ("кинематический" метод) —

Таблица 4

Расчетные значения коэффициентов теплопроводности перекрестно-армированного
композита на основе ткани кевлар-49 и эпоксидной системы DER-332/Джефамин Т-403
с объемным содержанием волокон 46 % ($\omega_1 + \omega_2 = 0.46$) [*]

Метод расчета	$\lambda_{11},$ Вт/м·К	$\lambda_{22}, Bт/м·K$	$\lambda_{33},$ Вт/м·К	
Тип ткани: 120, 181, 281, 285, 328 ($\omega_1 = \omega_2 = 0,23$)				
Расчетная формула (20)	1,9531	1,9531	0,2397	
Структурная модель из [2]	1,5565	1,5565	0,2397	
Расчетные формулы (33), (34)	1,2404	1,2404	0,2397	
Тип ткани: 143 ($\omega_1 = 0,383, \omega_2 = 0,077$)				
Расчетная формула (20)	2,2377	1,1216	0,2397	
Структурная модель из [2]	2,0817	0,7842	0,2397	
Расчетные формулы (33), (34)	1,9365	0,5483	0,2397	
Тип ткани: 243 ($\omega_1 = 0,312, \omega_2 = 0,148$)				
Расчетная формула (20)	2,1456	1,6127	0,2397	
Структурная модель из [2]	1,8605	1,1833	0,2397	
Расчетные формулы (33), (34)	1,6134	0,8683	0,2397	
* Экспериментальные значения [8]: вдоль волокон — λ _{ii} = 0,91 Вт/м·К (<i>i</i> = 1 и/или <i>i</i> = 2), поперек слоев ткани — λ ₃₃ = 0,22 Вт/м·К.				

нижнюю оценку значений эффективных коэффициентов теплопроводности λ_{ii} в плоскости армирования. Структурные же модели теплопроводности, предложенные в [2, 10], определяют некоторые промежуточные расчетные значения λ_{ii} (*i* = 1, 2).

К сожалению, в работе [8] (см. табл. 12.30) не указано, для какого типа ткани кевлар-49 проводились эксперименты, а приведено лишь удельное объемное содержание волокон в композите ($\Omega = 0.46$). Однако, согласно табл. 12.5 из [8], существуют разные типы тканей из пряжи кевлар-49, содержащие в разных пропорциях волокна в направлениях основы и утка, поэтому выбор типа ткани кевлар-49 оказывает существенное влияние на расчетные значения λ_{ii} (*i* = 1, 2). Из табл. 4 видно, что разные методы определения эффективных коэффициентов теплопроводности λ_{11} , λ_{22} дают наилучшее приближение к эксперименту (см. значение λ_{ii} в сноске табл. 4) для разных типов тканей кевлар-49. Так, расчетное значение $\lambda_{22} = 0,8683 \text{ Вт/м} \cdot \text{K}$, определенное на основе формул (33), (34) для типа ткани 243, отличается от экспериментальной величины $\lambda_{ii} = 0,91$ Вт/м·К всего на 4,6 %, а расчетное значение $\lambda_{22} = 0,7842 \text{ Вт/м} \cdot \text{K}$, вычисленное на основе структурных формул из [2, 10] для типа ткани 143, отличается от эксперимента на 13,8 %, расчетное значение $\lambda_{22} = 1,1216 \text{ Вт/м} \cdot \text{K}$, полученное по формуле (20) для типа ткани 143, отличается от экспериментальной величины на 23,3 %. Остальные расчетные значения дают худшее согласование с экспериментом. (Возможно, в табл. 12.30 работы [8], из которой было взято экспериментальное значение $\lambda_{ii} = 0.91 \text{ Вт/м·K}$, допущена опечатка, и истинное значение $\lambda_{ii} = 1.91 \text{ Вт/м·K}$, тогда расчетные значения λ_{11} для всех типов тканей удовлетворительно согласовываются с экспериментом.)

Строго говоря, волокна, уложенные в направлении утка, являются криволинейными, поэтому для адекватного учета криволинейности траекторий армирования, которая имеет место в реальности [8, 13], требуется дальнейшее развитие предложенных в настоящей работе моделей, что выходит за рамки данного исследования.

Таким образом, удовлетворительное согласование расчетных (вычисленных по формулам (20) и (33), (34)) и экспериментальных значений λ_{11} , $\lambda_{22} = \lambda_{33}$ позволяет доверительно относиться к предложенным структурным моделям теплопроводности пространственно-армированного композита.

В качестве последнего примера определим расчетные значения эффективных коэффициентов теплопроводности для пространственно-армированного в направлениях x_1, x_2, x_3 органопластика ($N = 3, \ \theta_1 = \theta_2 = \pi/2, \ \theta_3 = 0, \ \varphi_2 = \varphi_1 + \pi/2, \ \varphi_1 = 0, \ \varphi_3 = 0$) при двух наборах значений плотностей армирования [13]: для композиции I типа $\omega_1 = 0,235, \ \omega_2 = 0,324, \ \omega_3 = 0,031, \ \Omega = \omega_1 + \omega_2 + \omega_3 = 0,59;$ для композиции II типа $\omega_1 = 0,271, \ \omega_2 = 0,298, \ \omega_3 = 0,061, \ \Omega = \omega_1 + \omega_2 + \omega_3 = 0,63.$

В табл. 5 приведены ненулевые расчетные значения эффективных коэффициентов теплопроводности λ_{ij} указанных композиций. Как видно из этой таблицы, в случае пространственного армирования все исследуемые структурные модели теплофизического поведения волокнистого композита (в отличие от предыдущих случаев) приводят к существенно разным расчетным значениям λ_{ii} (i = 1, 2, 3). Из сопоставления данных, приведенных в табл. 5, следует, что по-прежнему, как и было предсказано в предыдущем разделе, расчетная формула (20) ("статический" метод) дает верхнюю оценку, а формулы (33), (34) ("кинематический" метод) нижнюю оценку расчетных значений эффективных коэффициентов теплопроводности, причем возникающая при этом вилка может быть значительной. Структурные же модели теплопроводности, предложенные в [2, 10], определяют некоторые промежуточные расчетные значения λ_{ii} (i = 1, 2, 3).

Очевидно, что выбор той или иной из исследуемых структурных моделей теплопроводности пространственно-армированных композитов должен определяться их удовлетворительным согласованием с экспериментальными данными. К сожалению, автору неизвестны соответствующие эксперименты для пространственно-армированных волокнистых композиций.

В заключение следует подчеркнуть, что в реальных пространственно-армированных композитах траектории армирования не являются строго прямолинейными. Так, в работе [13] отмечается, что в композиции II типа траектории армирования волокнами третьего семейства ($\omega_3 = 0,061$), строго говоря, являются вытянутыми эллипсами. Следовательно, для адекватного учета криволинейности траекторий армирования требуется дальнейшее развитие предложенных в настоящей работе моделей.

Таблица 5

Метод расчета	$\lambda_{11},$ Вт/м·К	$\lambda_{22}, Bт/м·K$	$\lambda_{33}, \operatorname{Bt/m} K$
Расчетная формула (20)	<u>2,7561</u> *	<u>2,9305</u>	<u>0,9785</u>
	3,1835	3,2252	1,7103
Структурные модели из [2, 10]	<u>1,8789</u>	<u>2,2223</u>	<u>0,6059</u>
	2,1484	2,2520	0,9316
Расчетные формулы (33), (34)	<u>1,2809</u>	<u>1,6853</u>	<u>0,3752</u>
	1,4499	1,5725	0,5074
[*] В числителе — результаты расчета для композиции I типа, в знаменателе — для композиции II типа.			

Расчетные значения коэффициентов теплопроводности пространственно-армированных композитов на основе волокон кевлар-49 и эпоксидной системы DER-332/Джефамин T-403

Список литературы

- 1. Немировский Ю.В., Янковский А.П. Определение эффективных физико-механических характеристик гибридных композитов, перекрестно армированных трансверсально-изотропными волокнами, и сопоставление расчетных характеристик с экспериментальными данными // Механика композиционных материалов и конструкций. 2007. Т. 13, № 1. С. 3–32.
- 2. Немировский Ю.В., Янковский А.П. Проектирование армированных композитов с заданным набором эффективных теплофизических характеристик и некоторые смежные задачи диагностики их свойств // Теплофизика и аэромеханика. 2008. Т. 15, № 2. С. 291–306.
- **3. Пространственно-армированные** композиционные материалы: справочник / Ю. М. Тарнопольский, И.Г. Жигун, В.А. Поляков. М.: Машиностроение, 1987. 224 с.
- **4. Малмейстер А.К., Тамуж В.П., Тетерс Г.А.** Сопротивление жестких полимерных материалов. Рига: Зинатне, 1972. 500 с.
- Немировский Ю.В., Янковский А.П. Теплопроводность волокнистых оболочек // Теплофизика и аэромеханика. 1998. Т. 5, № 2. С. 215–235.
- 6. Био М. Вариационные принципы в теории теплообмена. М.: Энергия, 1975. 208 с.
- 7. Фудзии Т., Дзако М. Механика разрушения композиционных материалов. М.: Мир, 1982. 232 с.
- 8. Справочник по композитным материалам: в 2-х кн., кн. 1 / под ред. Дж. Любина; пер. с англ. А.Б. Геллера, М.М. Гельмонта; под ред. Б.Э. Геллера. М.: Машиностроение, 1988. 448 с.
- Композиционные материалы. Справочник / под ред. Д.М. Карпиноса. Киев: Наукова думка, 1985. 592 с.
- 10. Немировский Ю. В., Янковский А. П. Моделирование процессов теплопроводности в ортогонально армированных гибридных композитах с дисперсным упрочнением связующего // Прикладная физика. 2008. № 5. С. 10–17.
- 11. Ванин Г.А. Микромеханика композитных материалов. Киев: Наукова думка, 1985. 304 с.
- 12. Шленский О.Ф. Тепловые свойства стеклопластиков. М.: Химия, 1973. 220 с.
- 13. Жигун И.Г., Душин М.И., Поляков В.А., Якушин В.А. Композиционные материалы, армированные системой прямых взаимно ортогональных волокон. 2. Экспериментальное изучение // Механика полимеров. 1973. № 6. С. 1011–1018.

Статья поступила в редакцию 31 августа 2010 г.