

ТЕМПЕРАТУРНЫЕ СМЕЩЕНИЯ И НАПРЯЖЕНИЯ В СТЕКЛОЛЕНТЕ

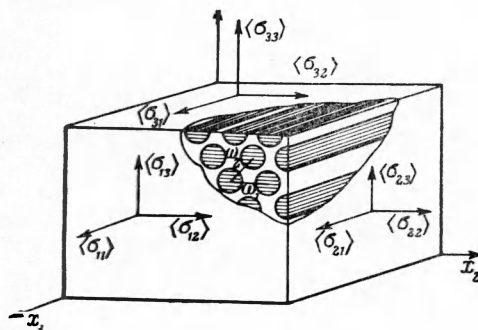
Г. А. Ван Фо Фы

(Киев)

Стеклолента — это прядь выпрямленных стекловолокон, уложенных в определенном порядке и пропитанных полимерным связующим. Физико-механические свойства стеклоленты определяют свойства ориентированных стеклопластиков в конструкции, поэтому представляет интерес исследование распределения напряжений в структуре и физико-механических характеристик стеклоленты на основе моделей структурно-неоднородного тела и отдельных свойств наполнителей и связующих.

В работе изучаются температурные перемещения и напряжения, возникающие между стекловолокнами в структуре стеклоленты.

1. Пусть элементарный объем стеклоленты находится при некоторой повышенной температуре  $\theta = T - T_0$ . Для исследования напряжений и перемещений между волокнами рассматривается простейшая модель стеклоленты (фиг. 1). Упругие стержни в модели расположены в узлах правильной треугольной сетки, направлены по оси  $x_1$  и образуют двоякопериодическую структуру, симметричную относительно плоскостей  $x_2 = \text{const}$  и  $x_3 = \text{const}$ . Пространство между волокнами заполнено вязко-упругим полимерным связующим.



Фиг. 1

Пусть  $\omega_1 = 2$ ,  $\omega_2 = \omega_1 e^{i\alpha}$  ( $\alpha = 1/3\pi$ ) — основные периоды сетки,  $\lambda$  — безразмерный радиус волокон,  $\alpha_a$ ,  $E_a$  и  $\nu_a$  — соответственно коэффициент линейного теплового расширения, модуль Юнга и коэффициент Пуассона для стекловолокон;  $\alpha_s$ ,  $E^*$  и  $\nu^*$  — коэффициент линейного теплового расширения, операторный модуль и операторный коэффициент Пуассона, характеризующие вязко-упругие свойства полимерного связующего<sup>1</sup>,  $u_i$  ( $i = 1, 2, 3$ ) — компоненты вектора смещения; в дальнейшем величины, относящиеся к стеклонеполнителю, отмечаются значком  $a$ , а к связующему —  $s$ .

Решение задачи строится для объема, достаточно удаленного от внешнего края стеклоленты, поэтому при рассмотрении деформаций тела в постоянном температурном поле следует учесть тот факт, что вследствие перераспределения напряжений между наполнителем и связующим при удалении от торцов стеклоленты поперечные сечения  $x_1 = \text{const}$  остаются плоскими в среднем

$$\begin{aligned} \langle \epsilon_{11} \rangle &= \alpha_s \theta + \langle \epsilon_{11} \rangle_s = \alpha_a \theta + \langle \epsilon_{11} \rangle_a \\ \langle \epsilon_{11} \rangle &= \frac{1}{F} \int_F dF \epsilon_{11}, \quad F = \omega_1^2 \sin \alpha \end{aligned} \quad (1.1)$$

<sup>1</sup> Линейные формы связи между напряжениями и деформациями для полимерных связующих применимы при достаточно низких значениях  $\sigma_{in}$ . Так, например, для эпоксиодно-малеиновой композиции при  $T = 285^\circ\text{K}$  напряжения растяжения не должны превышать  $\sigma < 0.8\sigma_b$ .

Здесь знак  $\langle \varepsilon_{11} \rangle$  обозначает усредненное значение  $\varepsilon_{11}$  на площади основного параллелограмма периодов  $F$ , а  $\langle \varepsilon_{11} \rangle_s$  и  $\langle \varepsilon_{11} \rangle_a$  — средние значения пока неизвестных деформаций связующего и наполнителя, возникающих вследствие перераспределения напряжений у торцов ленты. Соотношения (1.1) соблюдаются при разных напряжениях растяжения вдоль оси  $x_1$  для наполнителя и связующего причем при отсутствии внешнего силового поля должно соблюдаться условие

$$\int_{F_a} dF \sigma_{11} + \int_{F_s} dF \sigma_{11} = 0 \quad (1.2)$$

Общее решение задачи о тепловом расширении стеклотенты составляется из решения задачи растяжения тела вдоль оси  $x_1$ , построенного без учета взаимодействия между наполнителем и связующим, и решения, учитывающего это взаимодействие при плоском деформированном состоянии тела, когда  $\langle \varepsilon_{11} \rangle = 0$ .

Решение первой задачи элементарно

$$\langle \sigma_{11} \rangle_a = E_a \langle \varepsilon_{11} \rangle_a, \quad u_2 + iu_3 = -v_a z \langle \varepsilon_{11} \rangle + \alpha_a z \theta \quad (1.3)$$

Аналогичные соотношения имеются и для связующего

$$\langle \sigma_{11} \rangle_s = E^* \langle \varepsilon_{11} \rangle_s, \quad u_2 - iu_3 = -v^* z \langle \varepsilon_{11} \rangle_s + \alpha_s z \theta, \quad z = x_2 + ix_3 \quad (1.4)$$

Решение второй задачи ищется при помощи [1] комплексных потенциалов  $\Phi_a(z, t)$ ,  $\Psi_a(z, t)$  и  $\Phi_s(z, t)$ ,  $\Psi_s(z, t)$ . Краевые условия на контуре каждого волокна  $L_{mn}$  (при  $z = \tau \in L_{mn}$ ;  $m, n = 0, \pm 1, \dots$ ) при равенстве напряжений и заданной разности смещений наполнителя и связующего имеют вид [1]

$$\Phi_s(\tau, t) + \overline{\Phi_s(\tau, t)} - e^{2i\theta} \{\tau \Phi_s'(\tau, t) + \Psi_s(\tau, t)\} = \Phi_a(\tau, t) + \overline{\Phi_a(\tau, t)} - e^{2i\theta} \{\tau \Phi_a'(\tau, t) + \Psi_a(\tau, t)\} \quad (1.5)$$

$$(1 - G^*/G_a) \Phi_a(\tau, t) + (1 + G^*/G_a) \overline{\Phi_a(\tau, t)} - (1 - G^*/G_a) e^{2i\theta} \times \\ \times \{\tau \Phi_a'(\tau, t) + \Psi_a(\tau, t)\} - (v^* + 1) \overline{\Phi_s(\tau, t)} = \\ = 2G^* \{(\alpha_s - \alpha_a)(1 + v_a)\theta + (v_a - v^*) \langle \varepsilon_{11} \rangle_s\} \quad (1.6)$$

Для рассматриваемой структуры условия (1.5), (1.6) можно потребовать только на одном произвольно взятом контуре, если потенциалы  $\Phi_s(z, t)$  и  $\Psi_s(z, t)$  удовлетворяют соотношениям периодичности и симметрии

$$\Phi_s(z + \omega_j) = \Phi_s(z), \quad \Psi_s(z + \omega_j) = \Psi_s(z) - \overline{\omega_j} \Phi_s'(z) \quad (j = 1, 2) \quad (1.7)$$

$$\Phi_s(\bar{z}) = \overline{\Phi_s(z)}, \quad \Phi_s(-z) = \Phi_s(z), \quad \Psi_s(\bar{z}) = \overline{\Psi_s(z)}, \quad \Psi_s(-z) = \Psi_s(z) \quad (1.8)$$

Условия (1.7) и (1.8) удовлетворяются, когда искомые функции представлены рядами дwoякопериодических (эллиптических) функций  $\wp$  Вейерштрасса

$$\Phi_s(z, t) = 2G^* \{(\alpha_s - \alpha_a)(1 + v_a)\theta + (v_a - v^*) \langle \varepsilon_{11} \rangle_s\} \times \\ \times \left[ c_0(t) + \sum_{k=0}^{\infty} c_{2k+2}(t) \frac{\lambda^{2k+2} \wp^{(2k)}(z)}{(2k+1)!} \right] \quad (1.9) \\ \Psi_s(z, t) = 2G^* \{(\alpha_s - \alpha_a)(1 + v_a)\theta + (v_a - v^*) \langle \varepsilon_{11} \rangle_s\} \times \\ \times \left[ d_0(t) + \sum_{k=0}^{\infty} d_{2k+2}(t) \frac{\lambda^{2k+2} \wp^{(2k)}(z)}{(2k+1)!} - \sum_{k=0}^{\infty} c_{2k+2}(t) \frac{\lambda^{2k+2} Q^{(2k+1)}(z)}{(2k+1)!} \right]$$

Следуя методу разделения переменных, аналогично полагаем

$$\begin{aligned} \Phi_a(z, t) &= 2G^* \{(\alpha_s - \alpha_a)(1 + \nu_a)\theta + (\nu_a - \nu^*) \langle \varepsilon_{11} \rangle_s\} \sum_{n=0}^{\infty} a_{2n}(t) z^{2n} \\ \Psi_a(z, t) &= 2G^* \{(\alpha_s - \alpha_a)(1 + \nu_a)\theta + (\nu_a - \nu^*) \langle \varepsilon_{11} \rangle_s\} \sum_{n=0}^{\infty} b_{2n}(t) z^{2n} \end{aligned} \quad (1.10)$$

Если учесть (1.5), (1.6) и условия равенства нулю главного вектора усилий на контуре основного параллелограмма периодов, то неизвестные  $a_{2n}$ ,  $b_{2n}$ ,  $d_{2n}$  и  $c_{2n}$  определяются из следующей системы уравнений:

$$\begin{aligned} a_0(t) &= \frac{\eta + (\kappa^* + 1)S}{1 + \eta + \xi\kappa^* + \eta(\kappa_a - 1)G^*/G_a}, \quad S = \sum_{k=1}^{\infty} c_{2k+2}(t) \lambda^{2k+2} \alpha_{0, k} \\ a_{2k}(t) &= \frac{\kappa^* + 1}{1 + \kappa_a G^*/G_a} \sum_{n=0}^{\infty} c_{2n+2}(t) \lambda^{2n+2} \alpha_{k, n} \\ \lambda^{2k} b_{2k}(t) &= -\frac{\kappa^* + 1}{1 - G^*/G_a} c_{2k+2}(t) - (2k + 1) \lambda^{2k+2} a_{2k+2}(t) \\ d_{2k+2}(t) &= (2k + 1) c_{2k}(t) - \frac{\kappa^* - \kappa_a G^*/G_a}{\kappa^* + 1} \lambda^{2k} a_{2k}(t) \\ c_0(t) &= 1/2 \xi d_2(t), \quad \xi c_2(t) = d_0(t) \\ c_0(t) &= -\xi \frac{1 + [\kappa^* - 1 - (\kappa_a - 1)G^*/G_a] S}{1 + \eta + \xi\kappa^* + \eta(\kappa_a - 1)G^*/G_a} \\ \frac{\kappa^* + G^*/G_a}{1 - G^*/G_a} c_{2k}(t) &= -\xi c_2(t) \delta_{k1} - \sum_{n=0}^{\infty} d_{2n+2}(t) \lambda^{2n+2k} \alpha_{k-1, n} + \\ &+ \sum_{n=0}^{\infty} c_{2n+2}(t) [(2n + 2) \lambda^{2n+2k} \beta_{k-1, n} - (2k - 1) \lambda^{2n+2+2k} \alpha_{k, n}] \quad (k = 1, 2, \dots) \end{aligned} \quad (1.11)$$

Здесь  $\alpha_{i, k}$  и  $\beta_{i, k}$  — коэффициенты разложения [2] эллиптических функций в ряд Лорана,  $\xi = \pi \lambda^2 / (\omega_1^2 \sin \alpha)$  и  $\eta = 1 - \xi$  — объемное отношение наполнителя и связующего в стеклопластике.

Из формул (1.1), (1.2), (1.9), (1.10) и (1.11) получаются соотношения для определения неизвестных деформаций

$$\begin{aligned} \langle \varepsilon_{11} \rangle_s &= -(\alpha_s - \alpha_a) \xi \frac{E_a + 8(1 + \nu_a)(\nu_a - \nu^*) G^* a_0 \theta}{E^*} \\ \langle \varepsilon_{11} \rangle_a &= (\alpha_s - \alpha_a) \left\{ 1 - \xi \frac{E_a + 8(1 + \nu_a)(\nu_a - \nu^*) G^* d_0}{E_1^*} \right\} \theta \\ E_1^* &= \xi E_a + \eta E^* + 8\xi (\nu_a - \nu^*)^2 G^* a_0 \end{aligned} \quad (1.12)$$

Смещения тела в плоскости  $x_1 = \text{const}$  найдутся по известным формулам [1]

$$\begin{aligned} u_2 + iu_3 &= \alpha_s z \theta - \nu^* z \langle \varepsilon_{11} \rangle_s + (2G^*)^{-1} \{ \kappa^* \varphi_s(z, t) - z \overline{\Phi_s(z, t)} - \overline{\Psi_s(z, t)} \} \\ (\varphi_s(z, t) &= \int dz \Phi_s(z, t), \quad \Psi_s(z, t) = \int dz \Psi_s(z, t) \end{aligned} \quad (1.13)$$

2. Общая линейная форма связи между напряжениями и деформациями для тела, структура которого имеет три плоскости симметрии, запи-

сывается в виде [3,4] (2.1)

$$\begin{aligned} \langle \varepsilon_{11} \rangle &= \frac{1}{E_1^*} \langle \sigma_{11} \rangle - \frac{\nu_{12}^*}{E_2^*} \langle \sigma_{22} \rangle - \frac{\nu_{13}^*}{E_3^*} \langle \sigma_{33} \rangle + \beta_1^* \theta, & \langle \varepsilon_{12} \rangle &= \frac{1}{G_{12}^*} \langle \sigma_{12} \rangle \\ \langle \varepsilon_{22} \rangle &= -\frac{\nu_{21}^*}{E_1^*} \langle \sigma_{11} \rangle + \frac{1}{E_2^*} \langle \sigma_{22} \rangle - \frac{\nu_{23}^*}{E_3^*} \langle \sigma_{33} \rangle + \beta_2^* \theta, & \langle \varepsilon_{23} \rangle &= \frac{1}{G_{23}^*} \langle \sigma_{23} \rangle \\ \langle \varepsilon_{33} \rangle &= -\frac{\nu_{31}^*}{E_1^*} \langle \sigma_{11} \rangle - \frac{\nu_{32}^*}{E_2^*} \langle \sigma_{22} \rangle + \frac{1}{E_3^*} \langle \sigma_{33} \rangle + \beta_3^* \theta, & \langle \varepsilon_{31} \rangle &= \frac{1}{G_{31}^*} \langle \sigma_{31} \rangle \end{aligned}$$

Здесь  $E_i^*$ ,  $\nu_{sn}^*$ ,  $G_{ik}^*$  — линейные интегральные операторы, характеризующие вязко-упругие свойства неоднородного тела,  $\beta_i^*$  — операторные коэффициенты теплового расширения. Осреднение напряжений и деформаций производится на площадках, содержащих достаточно большое (свыше 1000) число волокон; для однородного напряженного состояния тела с правильной двоякопериодической структурой усреднение достаточно произвести в пределах основного параллелограмма.

Явный вид оператора теплового расширения находится из формул (1.1), (1.2) и (2.1) при  $\langle \sigma_{ik} \rangle = 0$

$$\beta_1^* = \alpha_s - (\alpha_s - \alpha_a) \xi \frac{E_a + 8(1 + \nu_a)(\nu_a - \nu^*) G^* a_0}{E_1^*} \quad (2.2)$$

Чтобы определить  $\beta_2^*$ ,  $\beta_3^*$ , рассматриваются средние температурные смещения в плоскости  $x_1 = \text{const}$

$$\langle u_2 - iu_3 \rangle = 1/2 z (\beta_2^* + \beta_3^*) \theta + 1/2 \bar{z} (\beta_2^* - \beta_3^*) \theta \quad (2.3)$$

Если сравнить приращение средних перемещений по (2.3) и (1.13) при смещении от точки  $z$  к  $z + \omega_j$ , то

$$\begin{aligned} 1/2 \omega_j (\beta_2^* + \beta_3^*) \theta + 1/2 \bar{\omega}_j (\beta_2^* - \beta_3^*) \theta &= \omega_j \alpha_s \theta - \omega_j \nu^* \langle \varepsilon_{11} \rangle_s + \\ &+ \{ (\alpha_s - \alpha_a) (1 + \nu_a) \theta + (\nu_a - \nu^*) \langle \varepsilon_{11} \rangle_s \} [ (\kappa^* \omega_j - \bar{\omega}_j + \\ &+ 2\bar{\rho}_j) c_0 - \xi (\kappa^* \rho_j + \bar{\omega}_j) c_2 ] \quad (2.4) \\ &(\rho_1 = 1, \rho_2 = e^{-i\alpha}) \end{aligned}$$

Полагая  $j = 1, 2$ , находим операторные коэффициенты теплового расширения неоднородного тела

$$\begin{aligned} \beta_2^* &= \alpha_s + (\alpha_s - \beta_1^*) \nu_{21}^* - (\alpha_s - \alpha_a) (1 + \nu_a) (\nu^* - \nu_{21}^*) / (\nu^* - \nu_a) \\ \beta_3^* &= \alpha_s + (\alpha_s - \beta_1^*) \nu_{31}^* - (\alpha_s - \alpha_a) (1 + \nu_a) (\nu^* - \nu_{31}^*) / (\nu^* - \nu_a) \quad (2.5) \end{aligned}$$

Операторные коэффициенты  $\nu_{21}^*$  и  $\nu_{31}^*$  находятся при исследовании перемещений стеклоленты при растяжении ее напряжениями  $\langle \sigma_{11} \rangle = \text{const}$

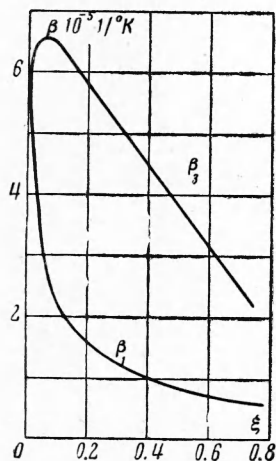
$$\begin{aligned} \nu_{21}^* &= \nu^* - (\nu_a - \nu^*) (\kappa^* + 1) (c_0 - \xi c_2) \\ \nu_{31}^* &= \nu^* - (\nu_a - \nu^*) (\kappa^* + 1) (c_0 + \xi c_2) \quad (\text{при } \alpha = 1/3 \pi, c_2 = 0) \quad (2.6) \end{aligned}$$

Приближенное значение  $\nu_{21}^*$  (с точностью до 1%) будет

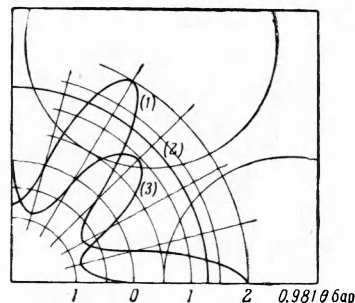
$$\nu_{21}^* = \nu_{31}^* \approx \nu^* - \frac{\xi (\nu^* - \nu_a) (\kappa^* + 1)}{1 + \eta + \xi \kappa^* + \eta (\kappa_a - 1) G^* / G_a}$$

3. Для чисто упругого связующего и наполнителя все операторные величины в вышеприведенных формулах заменяются на упругие константы. Отметим, что физико-механические характеристики стекол в интервале температур до 500° К, а для некоторых спецстекол и выше, изменяются незначительно, в то же время свойства полимерных связующих существенно изменяются при этих же температурах, поэтому данный

случай интересен для оценки влияния вязко-упругих свойств полимера на коэффициенты теплового расширения композиционного материала. На фиг. 2 представлены кривые, характеризующие изменение коэффициентов теплового расширения от объемного содержания стеклонаполнителя. Для рассматриваемого вида структуры значения  $\beta_2$  и  $\beta_3$  не отличаются друг от друга.



Фиг. 2



Фиг. 3

Как видно, значение  $\beta_1$  в среднем в четыре раза меньше  $\beta_2$  вследствие связей, накладываемых стекловолокнами на смещения вдоль армирования. Все вычисления проведены для стеклоленты, изготовленной из алюмоборосиликатных волокон ( $\nu_a = 0.2$ ,  $E_a = 0.981 \cdot 7 \cdot 10^5$  [бар],  $\alpha_a = 0.49 \cdot 10^{-5}$  [1/°K]) и полимерного связующего на эпоксиодно-малеиновой основе ( $\nu_0 = 0.382$ ,  $E_0 = 0.981 \cdot 0.315 \cdot 10^5$  [бар],  $\alpha_s = 6 \cdot 10^{-5}$  [1/°K]).

Распределение структурных температурных напряжений в стеклоленте на границе смола — стекло представлено на фиг. 3. Кривые 1, 2 и 3 показывают зависимость нормальных  $\sigma_n$  (при  $\xi = 0.736$  и  $\xi = 0.227$ ) и касательных  $\sigma_{n\theta}$  (при  $\xi = 0.736$ ) напряжений от угла ориентации площадки  $\theta$ . Средние напряжения на площадках, перпендикулярных армированию, будут

$$\langle \sigma_{11} \rangle_a = E_a \langle \epsilon_{11} \rangle + 8\nu_a G_0 \{ (\alpha_s - \alpha_a) (1 + \nu_a) \theta + (\nu_a - \nu_0) \langle \epsilon_{11} \rangle_s \} a_0$$

$$\langle \sigma_{11} \rangle_s = E_0 \langle \epsilon_{11} \rangle_s - 8\nu_0 G_0 \{ (\alpha_s - \alpha_a) (1 + \nu_a) \theta + (\nu_a - \nu_0) \langle \epsilon_{11} \rangle_s \} a_0 \xi / \eta$$

Ниже приводятся числовые значения напряжений при  $\xi = 0.736$   $\langle \sigma_{11} \rangle_a = 0.981 \cdot 0.59 \theta$  бар,  $\langle \sigma_{11} \rangle_s = -0.981 \cdot 2.63 \theta$  бар, при  $\xi = 0.227$   $\langle \sigma_{11} \rangle_a = 0.981 \cdot 6.1 \theta$  бар,  $\langle \sigma_{11} \rangle_s = -0.981 \cdot 1.76 \theta$  бар.

4. На основе экспериментальных исследований простой ползучести образцов из эпоксиодно-малеиновой композиции при  $T = 285^\circ$  К найдено, что для достаточно низких напряжений вязко-упругие свойства связующего можно описать на основе теории упругой наследственности. Наиболее простые соотношения получаются при использовании в качестве ядер дробноэкспоненциальных функций. Для этого случая, как известно [5], следует принять

$$E^* = E_0 \{ 1 - \omega_0 \mathcal{E}_{1-\lambda}^* (-\omega) \}, \quad \nu^* = \nu_0 \left\{ 1 + \frac{1-2\nu_0}{2\nu_0} \mathcal{E}_{1-\lambda} (-\omega) \right\} \quad (4.1)$$

где

$$\mathcal{E}_{1-\lambda}^* (-\omega) f(t) = \int_0^t dt' f(t') (t-t')^{\lambda-1} \sum_{k=0}^{\infty} \frac{(-\omega)^k (t-t')^{k\lambda}}{\Gamma[(k+1)\lambda]} \quad (4.2)$$

В данном случае было найдено

$$\omega = \omega_0 + \omega_\infty, \quad \lambda = 0.5, \quad \omega_0 / \omega = 0.302, \quad \omega = 0.172 \text{ час}^{-\lambda}$$

При более высоких температурах существенно изменяются параметры, характеризующие вязко-упругие свойства смол, и необходимо учитывать изменение  $\alpha_s$ .

Исследование системы (1.14) показывает, что для стеклопластиков, когда  $G_s / G_a \ll 1$ , неизвестные  $c_{2k}(t)$  незначительно меняются во времени (за исключе-

нием  $c_0(t)$ , поэтому в хорошем приближении (порядка 3%) можно положить  $c_{2k} = \text{const}$ .

Коэффициент  $\beta_1$  с точностью менее 1% можно принять постоянным. Если учесть указанные приближения, то явное значение оператора  $\beta_2^*$  будет

$$\begin{aligned} \beta_2^* = & \beta_2^\circ + (\Omega_1 - \Omega_2) v_{21}^\circ \left\{ \alpha_s - \beta_1 + (\alpha_s - \alpha_a) \frac{(1 + v_a)(2g - \Omega_2)}{(v_0 - v_a)(g - \Omega_2)} \right\} \mathcal{E}_{1-\lambda}^* (-\omega_\infty - \Omega_2) + \\ & + (\alpha_s - \alpha) \frac{(1 + v_a)g\omega_0}{g - \omega_0} \mathcal{E}_{1-\lambda}^* (-\omega) + (\alpha_s - \alpha_a) \frac{1 + v_a}{v_0 - v_a} \times \\ & \times g \left\{ v_0 - v_{21}^\circ - \frac{1/2 - v_0}{g - \omega_0} \omega_0 + \frac{1}{g - \Omega_2} \right\} \mathcal{E}_{1-\lambda}^* (-\omega_\infty - g) \end{aligned}$$

Здесь  $\beta_2^\circ$  — «мгновенное» значение  $\beta_2$ ,

$$\begin{aligned} \Omega_1 = & \frac{\omega_0}{2} + \frac{\xi v_a \omega_0}{2\xi v_a + v_0 [1 - \xi(1 + 2v_a) + \eta(1 - 2v_a)] G_0 / G_a} \\ g = \omega_0 \frac{1/2 - v_0}{v_0 - v_a}, \quad \Omega_2 = & \omega_0 \frac{1 + \eta(1 - 2v_a) G_0 / G_a}{1 + \xi(1 - 2v_0) + \eta(1 - 2v_a)] G_0 / G_a} \end{aligned}$$

Для оценки влияния вязко-упругих свойств связующего на  $\beta_2^*$  произведено сравнение величины  $\beta_2^* \cdot t$  в начальный момент времени (при  $\xi = 0.736$ ,  $\beta_2^\circ = 2.18 \cdot 10^{-5}$  [1/°K]) и его длительное значение при  $t \rightarrow \infty$  ( $\beta_2^\infty = 2.38 \cdot 10^{-5}$  [1/°K]).

Как видно из приведенных данных, неучет этого влияния приводит к погрешности порядка 10%.

Поступила 7 XII 1964

#### ЛИТЕРАТУРА

1. М у с х е л и ш в и л и Н. И. Некоторые основные задачи математической теории упругости. Изд-во АН СССР, 1954.
2. Ф и л ь ш т и н с к и й Л. А. Напряжения и смещения в упругой плоскости, ослабленной двоякопериодической системой одинаковых круглых отверстий. ПММ, 1964, т. 28, вып. 3.
3. Б р ы з г а л и н Г. И. К расчету на ползучесть пластинок из стеклопластиков. ПМТФ, 1963, № 4.
4. М а л и н и н Н. И. К теории анизотропной ползучести. ПМТФ, 1964, № 3.
5. Р а б о т н о в Ю. Н. Равновесие упругой среды с последствием. ПММ, 1948, т. 12, вып. 1.