## О. Є. Андрейків<sup>1,2</sup>, Ю. Я. Матвіїв<sup>3</sup>, Т. А. Крадінова<sup>3</sup>

## ВИЗНАЧЕННЯ ДОВГОВІЧНОСТІ ПЛАСТИН З СИСТЕМАМИ ТРІЩИН В УМОВАХ ДІЇ ДОВГОТРИВАЛОГО СТАТИЧНОГО РОЗТЯГУ І НИЗЬКОТЕМПЕРАТУРНОГО ПОЛЯ

Сформульовано розрахункову модель для визначення довговічності пластини з системою тріщин за довготривалих статичних навантажень в умовах дії низькотемпературного поля. Розглянуто конкретні випадки системи двох і двоперіодичної системи тріщин.

Вступ. В основі будь-якої кількісної теорії лежать математичні моделі, які описують досліджуваний процес в рамках основних його параметрів. Процес сповільненого руйнування елементів конструкцій за довготривалого статичного навантаження розділяється на дві стадії: стадія зародження тріщини повзучості і стадія її докритичного росту. Відомі в літературі [3, 4, 6, 10, 11, 13] дослідження руйнування матеріалів і елементів конструкції за механізмом низькотемпературної або високотемпературної повзучості в основному зводилися до першої стадії, що ототожнювалося з вичерпанням їх ресурсу.

Як свідчать результати натурних обстежень елементів конструкцій, під час експлуатації їх елементи містять дефекти типу тріщин, що утворилися в результаті їх виготовлення або експлуатації [1, 5, 7]. Руйнування таких елементів за довготривалого статичного навантаження може проходити шляхом поширення тріщин повзучості. Для випадків поширення тріщин високотемпературної повзучості на сьогодні уже відомо [2, 6, 8, 12] ряд теоретичних підходів для визначення періоду їх докритичного росту. Однак для інженерної практики важливими також є розрахунки довговічності елементів конструкцій з тріщинами за довготривалого статичного навантаження і звичайних (кімнатних) або низьких температур, коли вичерпання їх ресурсу проходить шляхом поширення тріщин низькотемпературної повзучості. Тому в цій роботі розроблена розрахункова математична модель для визначення періоду докритичного росту тріщин низькотемпературної повзучості в матеріалах з використанням сформульованого раніше [2, 8] авторами енергетичного підходу.

Випадок однієї тріщини в пластині. Розглянемо пластину (рис. 1) з прямолінійною тріщиною, яка розміщена вздовж осі *Ох* з початком *О* у

вершині тріщини в умовах дії низькотемпературного поля ( $T < 0.5T_p$  [10], тобто температура T елемента конструкції менша від половини температури  $T_p$  плавлення його матеріалу). Довготривалі зусилля F прикладені до пластини так, що у пластині утворюється напруженодеформований стан, симетричний відносно осі Ox, а на продовженні тріщини біля її вершини виникають пластичні зони (зони передруйнування), у яких і буде мати місце явище низькотемпературної повзучості. Задача полягає у визначенні такого часу  $t = t_*$ , після досягнення якого довжина тріщини досягне критичної величини  $\ell = \ell_*$  і пластина зруйнується.



При розв'язанні задачі поступаємо аналогічно, як у [2, 8]. Вважаючи, що поширення тріщини проходить стрибками, подамо функцію енергії деформування тіла у вигляді двох складових – енергії деформування тіла при інкубаційному періоді до стрибка тріщини і енергії деформування тіла внаслідок її стрибка. Швидкість росту тріщини можна визначити усередненням відношення довжини її стрибка до часу інкубаційного періоду. На основі цього і рівняння балансу швидкостей зміни енергій аналогічно, як у [2, 8], отримуємо таке рівняння для визначення швидкості росту макротріщини низькотемпературної повзучості:

$$V = \frac{\partial [W + A]}{\partial t} \frac{1}{\gamma_f - \gamma_t} \,. \tag{1}$$

Тут W(t) – частина енергії пластичних деформацій в результаті повзучості, яка виділяється при постійній довжині тріщини під час інкубаційного періоду підготовки її стрибка  $\Delta \ell_c$ , залежить тільки від часу t і генерується самим тілом; A – робота зовнішніх сил;  $\gamma_f = \sigma_t \delta_c$  – питома енергія руйнування при поширенні тріщини повзучості;  $\gamma_t = \sigma_t \delta_t(0,t)$  – питома робота пластичних деформацій в зоні передруйнування;  $\delta_t(0,t)$  – біжуче розкриття тріщини в її вершині при усередненому напруженні  $\sigma_t$  в зоні передруйнування;  $\delta_c$  – критичне значення  $\delta_t(0,t)$ ;  $\sigma_t$  визначаємо як середнє значення між границею міцності  $\sigma_s$  і границею пластичності  $\sigma_{0.2}$ , тобто  $\sigma_t = (\sigma_s + \sigma_{0.2})/2$ .

При визначенні енергетичної складової W(t) необхідно побудувати залежність деформаційної величини  $\delta_t(x,t)$  від часу t, врахувавши, що в зоні передруйнування проходить процес низькотемпературної повзучості. Як відомо [10], при низькотемпературній повзучості і малій величині початкової деформації у визначенні всього періоду повзучості рівнозначними є як перша, так і друга ділянки кривої повзучості. Цим певною мірою і відрізняється пропонований підхід від аналогічного [2, 8] для високотемпературної повзучості, де весь період повзучості наближено замінювали другим періодом повзучості, тобто періодом усталеної повзучості. У зв'язку з цим, а також з використанням результатів [2, 8, 10, 13] зміну величини  $\delta_t(x,t)$  в часі можемо аналітично подати так:

$$\delta_t(x,t) = \delta_0 + a_2 t + a_1 \ln[(1+t)/t_1].$$
<sup>(2)</sup>

Тут  $a_1, a_2, t_1$  – експериментальні характеристики, що не залежать від часу.

Вважаючи, що тріщина макроскопічна (всі процеси в зоні передруйнування біля її вершин описуються коефіцієнтом інтенсивності напружень  $K_I$ ), а також поступаючи подібно, як у [2, 8] при визначенні W(t) через  $K_I$ , і приймаючи, що  $V < \alpha_0 \delta_c K_I^2 K_C^{-2}$ , рівняння (1) для цього випадку пластини з тріщиною запишемо як

$$V = \frac{d\ell}{dt} \approx \frac{A_{2t}K_C^{-2m}(K_I^{2m} - K_{thc}^{2m})}{1 - K_C^{-2}K_I^2 - A_{1t}K_C^{-2m}(\alpha_0 K_I^2 \sigma_t^{-1} E^{-1})^{-1}(K_I^{2m} - K_{thc}^{2m})}.$$
 (3)

Тут  $\alpha$ ,  $A_{it}$ , m, i = 1, 2, — характеристики повзучості, які визначаються із експерименту;  $K_C$  — критичне значення  $K_I$  для тонкої пластини за однократного навантаження;  $K_{thc}$  — значення  $K_I$ , за якого не буде поширення тріщини повзучості (нижнє порогове значення на кінетичній діаграмі росту тріщини повзучості); E — модуль пружності.

Якщо вважати, що  $V \ll \alpha_0 \delta_c K_I^2 K_C^{-2}$ , то рівняння (3) набуде такого вигляду:

$$V = \frac{d\ell}{dt} \approx \frac{A_{2t}K_C^{-2m}(K_I^{2m} - K_{thc}^{2m}) + 0.5EK_I^{-2}\partial A/\partial t}{1 - K_I^2K_C^{-2}}, \ V \ll \alpha_0 \delta_c K_I^2 K_C^{-2}.$$
 (4)

144

Для повноти математичної моделі до рівнянь (3) або (4) потрібно додати (див. [2, 9]) початкову і кінцеву умови:

$$\ell = 0, \quad \ell(0) = \ell_0, \quad t = t_*, \quad \ell(t_*) = \ell_*, \quad K_I(\ell_*) = K_{CC}.$$
 (5)

Тут  $K_{CC}$  – критичне значення  $K_I$ , за якого наступає руйнування пластини з тріщиною (верхнє порогове значення на кінетичній діаграмі росту тріщини повзучості).

Таким чином, при відомих характеристиках матеріалу  $K_{\rm CC},~A_{1t},~A_{2t},$  $K_{thc}, \sigma_t, m$  період докритичного росту тріщин низькотемпературної повзучості в пластині визначається на основі співвідношень (3)-(5).

У випадку поширення тріщини низькотемпературної повзучості у нескінченній пластині при  $\partial A/\partial t \approx 0$  отримаємо на основі аналогічних міркувань рівняння для визначення періоду докритичного росту тріщини низькотемпературної повзучості:

$$V = \frac{d\ell}{dt} \approx \frac{A_{2t} K_C^{-2m} (K_I^{2m} - K_{thc}^{2m})}{1 - K_C^{-2} K_I^2}, \qquad V \ll \alpha_0 K_I^2 \sigma_t^{-1} E^{-1},$$
(6)

або

$$V = \frac{d\ell}{dt} \approx \frac{A_{2t}K_C^{-2m}(K_I^{2m} - K_{thc}^{2m})}{1 - K_C^{-2}K_I^2 - A_{1t}K_C^{-2m}(\alpha_0 K_I^2 \sigma_t^{-1} E^{-1})^{-1}(K_I^{2m} - K_{thc}^{2m})},$$
(7)

при початковій і кінцевій умовах (5). Для співвідношення (7) величину К<sub>СС</sub>, визначаємо із рівняння

$$1 - K_C^{-2} K_{CC}^2 - A_{1t} K_C^{-2m} (\alpha_0 K_{CC}^2 \sigma_t^{-1} E^{-1})^{-1} (K_{CC}^{2m} - K_{thc}^{2m}) = 0.$$
(8)

Для умови  $V \ll \alpha_0 K_I^2 \sigma_t^{-1} E^{-1}$  величина  $K_{CC}$  наближено дорівнює  $K_{CC} \approx K_C$ .

Розв'язуючи рівняння (8) методом послідовних наближень, з точністю до першого наближення отримаємо

$$K_{CC} \approx K_C [1 - A_{1t} K_C^{-2m} (\alpha_0 K_C^2 \sigma_t^{-1} E^{-1})^{-1} (K_C^{2m} - K_{thc}^{2m})]^{1/2}, \quad K_{CC} \le K_C.$$
(9)

Графічні залежності  $V \sim K_{I}$ , побудовані за формулами (6), (7) або за

експериментальними даними, називають кінетичними діаграмами поширення тріщин повзучості. Експериментально побудовані такі залежності є характеристиками матеріалів і дозволяють разом зі співвідношеннями (6), (7), (5) визначати залишкову довговічність елементів конструкцій за довготривалого статичного навантаження. Для аналітичного опису такої діаграми виберемо найпростішу формулу (6). Порівнюючи (6) з результатами отримаємо [12],  $m \approx 0.7$ ,  $K_{thc} = 5.783 \, {
m M\Pi a} \, \sqrt{{
m m}}$ ,  $A_{2t} \approx 0.013 \, {
m m/rog}$ ,  $K_{CC} = 11.111 \, {
m M\Pi a} \, \sqrt{{
m m}}$ , а рівняння (6) набуде такого конкретного вигляду:



$$V \approx \frac{4 \cdot 10^{-4} (K_I^{1.4} - 11.661)}{1 - 8 \cdot 10^{-3} K_I^2}.$$
 (10)

На рис. 2 наведено кінетичні діаграми V ~ K<sub>1</sub> поширення тріщини повзучості в полімерному композиційному матеріалі згідно з експериментальними даними роботи [12] (позначено кружечками) і обчислену за формулою (10) (суцільна крива).

**Постановка задачі у випадку пластини із системою тріщин.** Розглянемо пластину, послаблену системою m макроскопічних тріщин та піддану дії низькотемпературного поля і довготривалих статичних зусиль, точки прикладання яких достатньо віддалені від контурів тріщини і які характеризуються силовим параметром F. Нехай конфігурація пластини і геометричне розміщення тріщин визначаються лінійними параметрами  $a_1, ..., a_n$ , а

геометрична конфігурація кожної тріщини — параметрам<br/>и $b_1,\ldots,b_m$  .

В е-й вершині кожної тріщини  $L_i$  виберемо локальну систему координат  $O_i^{(e)}\rho_i^{(e)}\theta_i^{(e)}$  (рис. 1) і позначимо через  $\Delta \ell_i^{(e)}$  приріст *i*-ї тріщини відповідно на її кінцях (e = 1, 2). Задача полягає у визначенні такого часу  $t = t_*$ , після досягнення якого довжина однієї з тріщин  $L_k$  досягне критичного значення  $\ell_k = \ell_{k*}$  і пластина зруйнується.

Для реалізації такої задачі зробимо узагальнення на такий випадок наведеного вище енергетичного підходу, а також скористаємося відомою [2, 8] гіпотезою, що поширення тріщин повзучості буде проходити у напрямку максимально можливих їх швидкостей. В результаті цього задачу зведемо до розв'язання такої системи диференціальних рівнянь:

$$\frac{d\ell_i^{(e)}}{dt} = \frac{W_i^{(e)}}{\gamma_{ic} - \gamma_{it}}, \qquad \qquad \frac{\partial}{\partial \theta_i^{(e)}} \left[ \frac{W_i^{0(i)}}{\gamma_{ic}^{(e)} - \gamma_{it}^{(e)}} \right]_{\theta_i^{(e)} = \theta_{it}^{(e)}} = 0 \tag{11}$$

за початкових

$$t = 0, \qquad \ell_i^{(e)}(0) = \ell_{i0}^{(e)} \tag{12}$$

та кінцевих умов

$$t = t_{*}, \qquad \ell_{k}^{(e)}(t_{*}) = \ell_{k*}^{(e)}, \qquad \gamma_{kt}^{(e)}(\ell_{k*}^{(e)}) = \gamma_{kc}^{(e)}, \qquad (13)$$
$$\max\left[\gamma_{it}^{(e)}(\ell_{i*}^{(e)})(\gamma_{ic}^{(e)})^{-1}\right] = \gamma_{kt}^{(e)}(\ell_{k*}^{(e)})(\gamma_{kc}^{(e)})^{-1}, \quad i = 1, \dots, m, \qquad e = 1, 2.$$

Тут  $W_i^{(e)}$  – робота пластичних деформацій розтягу у зоні передруйнування біля вершин тріщини  $L_i$ , які генерує саме тіло [2, 8];  $\gamma_{ic}^{(e)}$  – густина енергії руйнування матеріалу біля вершин тріщини  $L_i$ ;  $\gamma_{it}^{(e)}$  – густина дисипації енергії пластичних деформацій у зоні передруйнування біля вершин тріщини  $L_i$ ;  $\theta_{it}^{(e)}$  – значення кутів  $\theta_i^{(e)}$ , що визначають напрямок поширення кінців  $L_i$  тріщини;  $\ell_{i*}^{(e)}$  – критичне підростання e-го кінця тріщини  $L_i$ при руйнуванні пластини. Згідно з [2, 8], ці величини визначатимемо наближено так:

$$\begin{split} W_{i}^{(e,s)}(\ell) & \int_{0}^{\ell_{ijp}^{(e,s)}} (\delta_{iI\theta}^{(e,s)}(x)\sigma_{i0t}^{(e,s)} + \delta_{iII\theta}^{(e,s)}(x)\tau_{i0t}^{(e,s)}) \, dx - \gamma_{ithc}^{(e,s)} \,, \\ \delta_{iIt}^{(e)} &= \frac{(K_{iI\theta}^{(e)})^{2}}{2E\,\sigma_{i0t}^{(e)}}, \ \gamma_{ic}^{(e)} &= \delta_{ic}^{(e)}\sigma_{i0c}^{(e)} = \frac{K_{CC}^{2}}{E}, \ \gamma_{it}^{(e)}(\ell) = \delta_{it}^{(e)}\sigma_{it}^{(e)} = \delta_{iIt}^{(e)}\sigma_{i0t}^{(e)} + \delta_{iIIt}^{(e)}\tau_{i0t}^{(e)} \,, \\ \delta_{iIIt}^{(e)} &= \frac{(K_{iII\theta}^{(e)})^{2}}{2E\,\tau_{i0t}^{(e)}}, \ \ell_{iIp}^{(e)} &= \frac{(K_{iI\theta}^{(e)})^{2}}{4(\sigma_{i0t}^{(e)})^{2}}, \ \ell_{iIIp}^{(e)} &= \frac{(K_{iII\theta}^{(e)})^{2}}{4(\tau_{i0t}^{(e)})^{2}}, \ j = I, II \,. \end{split}$$

Тут  $\gamma_{i\,thc}^{(e)}$  – величина роботи пластичних деформацій в зоні передруйнування біля вершини *e i*-ї тріщини, яка не викликає її розкриття;  $\delta_{it}^{(e)}(x)$  – розкриття в зоні передруйнування біля вершини *e* тріщини  $L_i$ ;  $\delta_{iI\theta}^{(e)}$ ,  $\delta_{iII\theta}^{(e)}$  – 146 проекції  $\delta_{it}^{(e)}(x)$  на напрямні орти полярної системи координат  $O_i^{(e)}\rho_i^{(e)}\theta_i^{(e)}$ (рис. 1);  $\sigma_{it}^{(e)}$  – усереднені напруження в зоні передруйнування біля *e*-ї вершини тріщини  $L_i$ ;  $\sigma_c$  – їх критичне значення, яке для ідеально пружно-пластичного матеріалу дорівнює його текучості  $\sigma_T$ ;  $\sigma_{i0t}^{(e)}$ ,  $\tau_{i0t}^{(e)}$  – відповідні їх проекції;  $K_{iI}^{(e)}$ ,  $K_{iII}^{(e)}$  – коефіцієнти інтенсивності напружень (КІН) біля *e*-ї вершини *i*-ї тріщини вздовж лінії її розміщення;  $K_{iI\theta}^{(e)}$ ,  $K_{iII\theta}^{(e)}$  – аналогічні значення вздовж напрямку під кутом  $\theta$  до дотичної в *e*-му кінці *i*-ї тріщини;  $\ell_{ijp}^{(e)}$  – розмір зони передруйнування біля *e*-ї вершини тріщини  $L_i$ ( $\ell_{ilp}^{(e)}$  – для тріщини нормального відриву,  $\ell_{iIIp}^{(e)}$  – для тріщини поперечного зсуву).

Проілюструємо цей підхід на прикладах розв'язання конкретних задач. **Пластина з двома тріщинами.** Розглянемо пластину, яка містить дві рівні колінеарні тріщини вздовж осі Ox на відрізках  $-b \le x \le -a$  і  $a \le \le x \le b$ , знаходиться під дією низькотемпературного поля і довготривалих статичних зусиль p (рис. 3). При цьому вважаємо, що тріщини макроскопічні, а зовнішні розтягувальні зусилля p прикладені на нескінченності так, що напружено-деформований стан є симетричним відносно лінії розміщення тріщин, тобто описується в околі їх вершин тільки коефіцієнтом інтенсивності напружень  $K_I$ .



Задача полягає у визначенні часу  $t = t_*$ , коли в результаті низькотемпературної повзучості тріщини підростуть до критичного розміру  $\ell_* = b_* - a_*$ і пластина зруйнується. Для розв'язку такої задачі використовуємо математичні моделі (6), (5), (11)-(13). З огляду на це для визначення  $t = t_*$ отримаємо такі рівняння:

$$\frac{db}{dt} = A_{2t} K_{CC}^{-2m} [K_{Ib}^{2m}(a,b) - K_{thc}^{2m}] [1 - K_{CC}^{-2} K_{Ib}^{2}(a,b)]^{-1},$$

$$\frac{da}{dt} = A_{2t} K_{CC}^{-2m} [K_{Ia}^{2m}(a,b) - K_{thc}^{2m}] [1 - K_{CC}^{-2} K_{Ia}^{2}(a,b)]^{-1}$$
(15)

за початкових і кінцевих умов:

$$t = 0, \quad a(0) = a_0, \quad b(0) = b_0, \quad t = t_*, \quad a(t_*) = a_*, \quad b(t_*) = b_*, \\ \max_i [K_{Ia}(a_*, b_*); K_{Ib}(a_*, b_*)] = K_{Ik}(a_*, b_*), \qquad K_{Ik}(a_*, b_*) = K_{CC}.$$
(16)

Відомо [14], що для розглядуваної задачі коефіцієнти інтенсивності напружень  $K_I$  відповідно біля вершин тріщин a і b матимуть вигляд

$$K_{Ia}(b) = \frac{\sqrt{\pi} \left(1 - \mathbf{E}(k) / \mathbf{K}(k)\right)}{p^{-1} b^{-2} \sqrt{b(b^2 - a^2)}}, \qquad K_{Ib}(a) = \frac{\sqrt{\pi} \left(b^2 \mathbf{E}(k) / (a^2 \mathbf{K}(k)) - 1\right)}{p^{-1} b^{-2} \sqrt{a(b^2 - a^2)}}, \quad (17)$$

де  $\mathbf{K}(k)$  – повний еліптичний інтеграл першого роду з модулем  $k = \frac{\sqrt{b^2 - a^2}}{b}$ ;  $\mathbf{E}(k)$  – повний еліптичний інтеграл другого роду.

Тоді сформульована вище задача (15), (16) з урахуванням співвідношення (17) і умови  $K_I \gg K_{thc}$  зведеться до такої системи диференціальних рівнянь:

$$\frac{db}{dt} = A_{2t} \left( \frac{\pi p^2 b^3 (1 - \mathbf{E}(k) / \mathbf{K}(k))^2}{(b^2 - a^2) K_{CC}^2} \right)^m \left( 1 - \frac{\pi p^2 b^3 (1 - \mathbf{E}(k) / \mathbf{K}(k))^2}{(b^2 - a^2) K_{CC}^2} \right)^{-1},$$

$$\frac{da}{dt} = -A_{2t} \left( \frac{\pi p^2 b^4 (\mathbf{E}(k) / \mathbf{K}(k) - a^2 / b^2)^2}{a(b^2 - a^2) K_{CC}^2} \right)^m \times \left( 1 - \frac{\pi p^2 b^4 (\mathbf{E}(k) / \mathbf{K}(k) - a^2 / b^2)^2}{a(b^2 - a^2) K_{CC}^2} \right)^{-1} \tag{18}$$

з початковими і кінцевими умовами

$$t = 0, \quad a(0) = a_0, \quad b(0) = b_0, \quad t = t_*, \quad a(t_*) = a_*, \quad b(t_*) = b_*.$$
 (19)

Задамо параметри системи рівнянь (18) для матеріалу пластини з Allow 100 [10] так:

$$\begin{split} E &= 1.9 \cdot 10^5 \ \mathrm{M\Pi a}, \quad A_1 &= 0.059 \ \mathrm{m/rog}, \qquad m = 7.53 \ , \quad K_I \gg K_{thc} \ , \\ \ell_0 &= 2 \ \mathrm{mm}, \qquad \qquad p = 0.2186 K_{IC} \ . \end{split}$$

Систему диференціальних рівнянь (18) з початковими і кінцевими умовами (19) розв'язуємо чисельно методом Рунге – Кута. На основі цього знайдено, що довговічність пластини з системою компланарних тріщин буде  $t_* = 3.2 \cdot 10^4$  год, а критична довжина тріщин  $\ell_* = 6.6$  мм. Разом з тим на рис. 4 побудовано залежність довжини тріщин  $\ell$  від часу t її росту. Як бачимо на рис. 4, при наближенні довжини тріщини до  $\ell = \ell_*$  швидкість її росту прямує до нескінченності.

Пластина з двоперіодичною системою тріщин. Розглянемо нескінченну пластину, послаблену двоперіодичною системою прямолінійних тріщин довжини  $2\ell$ , центри яких розміщені у вузлах квадратної решітки зі стороною d (рис. 5).



Вважаємо, що пластина в умовах дії низькотемпературного поля розтягується на нескінченності рівномірно розподіленими зусиллями інтенсивності p, направленими перпендикулярно до ліній розміщення тріщин. Задача полягає у визначенні часу  $t = t_*$ , коли довжина тріщин в результаті низькотемпературної повзучості підросте до критичного розміру  $\ell(t_*) = \ell_*$  і відбудеться руйнування пластини. На основі викладеного вище задача зведеться до розв'язання такого диференціального рівняння:

$$V = \frac{d\ell}{dt} \approx \frac{A_{2t} K_{CC}^{-2m} (K_I^{2m} - K_{thc}^{2m})}{1 - K_{CC}^{-2} K_I^2}.$$
(20)

Для визначення періоду докритичного росту тріщини  $t = t_*$  до рівняння (20) додаємо початкову і кінцеву умови:

$$t = 0, \quad \ell(0) = \ell_0, \quad t = t_*, \quad \ell(t_*) = \ell_*, \quad K_I(p, \ell_*) = K_{CC}.$$
 (21)

На основі результатів роботи [14] коефіцієнт інтенсивності напружень *К*<sub>1</sub> для цього випадку будемо визначати як

$$K_{I} = p(\pi \ell)^{1/2} (1 + 8.77 \cdot 10^{-2} \pi \lambda^{2} + 3.79 \cdot 10^{-3} \pi^{2} \lambda^{4} - 2.6 \cdot 10^{-3} \pi^{3} \lambda^{6} + O(\lambda^{8})), \quad \lambda = 2\ell d^{-1}.$$
(22)

Вважаємо, що пластина виготовлена із полімерного композиційного матеріалу, для якого кінетична діаграма поширення тріщини низькотемпературної повзучості описується рівнянням (10) при d = 0.3 м, p = 19.8 МПа. Тоді період  $t = t_*$  докритичного росту тріщин низькотемпературної повзучості буде визначатися формулою

$$t_* = 2500 \int_{\ell_0}^{0.10} \frac{1 - 8 \cdot 10^{-3} K_I^2}{(K_I^{1.4} - 11.661)} d\ell \,.$$
<sup>(23)</sup>

За допомогою співвідношення (23) на рис. 6 побудовано графічну залежність залишкового ресурсу  $t = t_*$  пластини, послабленої двоперіодичною системою тріщин від початкової довжини тріщини  $\ell_0$ . Як бачимо на рис. 6, залишкова довговічність пластини  $t_*$  істотно залежить від початкового розміру тріщини  $\ell_0$ .

Висновки. За допомогою раніше сформульованого авторами енергетичного підходу побудовано математичну модель для визначення періоду докритичного росту тріщин низькотемпературної повзучості в пластинах. На її основі розраховано залишковий ресурс пластин з системою двох тріщин та двоперіодичною системою тріщин за довготривалого статичного розтягу та низькотемпературного поля.

- 1. *Андрейкив А. Е.* Пространственные задачи теории трещин. Киев: Наук. думка, 1982. 348 с.
- Андрейків О. Є., Сас Н. Б. Математична модель для визначення періоду докритичного поширення тріщин високотемпературної повзучості в твердих тілах // Доп. НАН України. – 2006. – № 5. – С. 47–52.
- Каминский А. А. Механика разрушения вязкоупругих тел. Киев: Наук. думка, 1980. – 157 с.
- 4. Лепин Г. Ф. Ползучесть металлов и критерии жаропрочности. Москва: Металлургия, 1976. – 375 с.
- 5. Панасюк В. В., Андрейкив О. Є., Партон В. З. Основы механики разрушения. Киев: Наук. думка, 1988. – 488 с.
- 6. Тайра С., Отани Р. Теория высокотемпературной прочности материалов. Москва: Металлургия, 1986. 280 с.
- 7. Черепанов Г. П. Механика хрупкого разрушения. Москва: Наука, 1974. 640 с.
- Andreikiv O. Ye., Sas N. B. Fracture mechanics of metal plates under hightemperature creep // Mater. Sci. - 2006. - 42, No. 2. - Р. 210-219. Те саме: Андрейків О. Є., Сас Н. Б. Механіка руйнування металевих пластин за високотемпературної повзучості // Фіз.-хім. механіка матеріалів. - 2006. -42, № 2. - С. 62-68.
- Fuji A., Kitagawa M. A comparison of creep crack growth behaviour in nickel based super alloy with low alloy steel // Advances in Fracture Resistance and Structural Integrity: Selected papers from the 8<sup>th</sup> Int. Conf. on Fracture (ICF-8), 1993. – Pergamon, 1994. – P. 487–495.

- 10. Garofalo F. Fundamentals of creep and creep-rupture in metals. New York London: Macmillan Company, 1970. 343 p.
- 11. Jakowluk A. Procesy pełzania i zmęczenia w materiałach. Warszawa: Wyd-wo nauk.-techn., 1993. 271 s.
- Kaminsky A. A. Subcritical crack growth in polymer composite materials under creep // Advances in Fracture Resistance and Structural Integrity: Selected papers from the 8<sup>th</sup> Int. Conf. on Fracture (ICF-8), 1993. – Pergamon, 1994. – P. 513–520.
- 13. Nadai A. Theory of flow and fracture of solids. New York, Toronto and London: McGraw Hill, 1950–1953. 705 p.
- Stress intensity factors handbook: In 2 Vol. / Ed. Yu. Murakami. Oxford: Pergamon Press, 1987. XLIX, XXXIX + 1456 p.

## ОПРЕДЕЛЕНИЕ ДОЛГОВЕЧНОСТИ ПЛАСТИН С СИСТЕМАМИ ТРЕЩИН В УСЛОВИЯХ ДЕЙСТВИЯ ДОЛГОВРЕМЕННОГО СТАТИЧЕСКОГО РАСТЯЖЕНИЯ И НИЗКОТЕМПЕРАТУРНОГО ПОЛЯ

Сформулирована расчетная модель для определения долговечности пластины с системой трещин при долговременных статических нагрузках в условиях действия низкотемпературного поля. Рассмотрены конкретные случаи системы двух и двоякопериодической системы трещин.

## DETERMINATION OF DURABILITY OF PLATES WITH SYSTEM OF CRACKS UNDER ACTION OF PROLONGED STATIC TENSION AND LOW-TEMPERATURE FIELD

The computational model to determine the durability of the plate with a system of cracks under the prolonged static loads and the low-temperature field is formulated. The concrete cases of two and doubly periodic system of cracks are considered.

Одержано 21.05.11

<sup>&</sup>lt;sup>1</sup> Фіз.-мех. ін-т ім. Г. Карпенка, Львів,

<sup>&</sup>lt;sup>2</sup> Львів. нац. ун-т імені Івана Франка, Львів,

<sup>&</sup>lt;sup>3</sup> Луцьк. нац. техн. ун-т, Луцьк