

УДК 541.64 : 539.3

К ТЕРМОФЛУКТУАЦИОННОЙ ТЕОРИИ  
ХРУПКОГО РАЗРУШЕНИЯ МАТЕРИАЛОВ

В. В. Шевелев, Э. М. Карташов

Получено выражение для частоты образования очагов разрушения в нагруженном теле в рамках дилатонной модели хрупкого разрушения материалов. Рассмотрены особенности релаксации нагруженных прочных и высокопрочных материалов и получено выражение для параметра  $\tau_0$  формулы Журкова. Результаты расчета  $\tau_0$  хорошо согласуются с экспериментальными данными.

С помощью многочисленных экспериментальных данных установлено, что хрупкое разрушение материалов, находящихся под нагрузкой, является термоактивированным процессом [1-3]. В работах [4-8] предложен атомный механизм разрушения твердых тел — дилатонный. Согласно этому механизму, возникающие в твердом теле отрицательные флуктуации плотности — дилатоны — являются (вследствие пониженной плотности) ловушками для фононов. Если деформация растяжения в образовавшемся дилатоне больше некоторой критической величины, то происходит необратимая накачка энергии в дилатон путем поглощения фононов из окружающей его среды. Последнее приводит к распаду дилатона и образованию очага разрушения. В работах [6-8] в рамках указанного подхода получены выражения для параметров уравнения долговечности  $\tau$  Журкова [9]  $U_0, \gamma$

$$\tau = \tau_0 \exp [(U_0 - \gamma\sigma)/kT], \quad (1)$$

где  $k$  — постоянная Больцмана,  $T$  — абсолютная температура,  $\sigma$  — приложенное к телу растягивающее напряжение. Однако выражение для параметра  $\tau_0$  при этом не было получено. Кроме этого, остается неясным вопрос: почему долговечность нагруженного тела определяется энергией активации образования в нем одного критического дилатона? Ответ на этот вопрос может быть дан, если воспользоваться результатами, полученными в рамках термофлуктуационной теории хрупкого разрушения материалов, развитой в работах [10-13]. Остановимся на этом подробнее. Рассмотрим тело, находящееся под действием растягивающего напряжения  $\sigma$ . Так как нагруженное тело является метастабильной системой, то анализ процесса его хрупкого разрушения должен базироваться на кинетическом уравнении, описывающем распад этого метастабильного состояния. Известно [14], что нагруженное тело релаксирует путем развития в нем трещин, одна из которых, опередив в своем развитии остальные, разрушает его. Поэтому долговечность нагруженного тела определяется эволюцией  $f(l, t)$  функции распределения трещин по необходимому для их описания набору параметров  $l(t)$  — время). Функция  $f(l, t)$  должна удовлетворять следующему кинетическому уравнению:

$$\frac{\partial f(l, t)}{\partial t} = \int [f(l', t) W(l'/l, t) - f(l, t) W(l/l', t)] dl'. \quad (2)$$

Здесь  $W(l/l', t)$  есть вероятность перехода трещины с набором параметров  $l$  в состояние с набором параметров  $l'$  в момент времени  $t$ . Функция

$W(l/l', t)$  определяется элементарными актами разрушения нагруженного тела, одним из которых, как показано в работах [4-8], являются образование и последующий распад критического дилатона. Найдем частоту  $\omega_c$  образования критического дилатона в нагруженном теле.

Как и в работах [4, 8], будем рассматривать область дилатона как некоторую достаточно большую подсистему, в которой путем соответствующего усреднения можно ввести термодинамические величины. Анализ, проведенный в работе [8], показал, что время установления равновесия в дилатоне меньше времени тепловой релаксации во всей системе (нагруженном теле)  $\tau_p \sim \Lambda/s$ , где  $\Lambda$  — длина свободного пробега фононов,  $s$  — скорость звука. Поэтому можно считать, что область дилатона нагруженного тела находится в квазиравновесном состоянии, и, следовательно, для частоты образования очага разрушения после распада дилатона  $\omega_c$  и частоты его распада в результате фононной накачки  $\omega_d$  имеем соотношение

$$\omega_c Z_0 = \omega_d Z_d \quad (3)$$

Здесь  $Z_0, Z_d$  — статсуммы области нагруженного тела до и после образования из нее критического дилатона. В работах [4-7] показано, что среднее время жизни критического дилатона до распада с образованием очага разрушения порядка  $\tau_p$ , поэтому

$$\omega_d \sim s/\Lambda \quad (4)$$

Так как образование критического дилатона происходит в результате тепловой флуктуации при постоянном напряжении  $\sigma$  и постоянной температуре  $T$  окружающих дилатон частей нагруженного тела, то  $Z_d/Z_0 = \exp(-\Delta\Phi_d/kT)$ , где  $\Delta\Phi_d$  — изменение термодинамического потенциала области нагруженного тела при образовании из нее критического дилатона. Очевидно, что  $\Delta\Phi_d$  равно минимальной работе, необходимой для образования критического дилатона. Эта работа в свою очередь равна той минимальной тепловой энергии  $\Delta Q$ , которую необходимо подвести в область нагруженного тела для того, чтобы ее деформация стала равной деформации в критическом дилатоне  $\epsilon_d$ . Для определения  $\Delta Q$  воспользуемся уравнением равновесной деформации дилатона, которое справедливо ввиду его квазиравновесия. Имеем]

$$\epsilon_d = K_T \sigma + \beta \Delta T, \quad (5)$$

$K_T$  — изотермическая сжимаемость,  $\beta$  — объемный коэффициент теплового расширения,  $\Delta T$  — изменение температуры области в результате подвода тепла.

Первое слагаемое в (5) описывает изменение деформации дилатона за счет приложенного растягивающего напряжения  $\sigma$ , а второе слагаемое равно изменению деформации дилатона в результате теплового расширения. Очевидно, что тепловое расширение дилатона  $\beta \Delta T$  вызвано подводом количества тепла

$$\Delta Q = \int_T^{T+\Delta T} C(T) dT,$$

$C$  — теплоемкость при постоянном давлении. Умножая обе части уравнения (5) на  $\Delta Q$  и деля на  $\Delta T$ , получим

$$\bar{C}_{\epsilon_d} = \bar{C} K_T \sigma + \beta \Delta Q, \quad (6)$$

$$\bar{C} = \int_T^{T+\Delta T} C(T) dT / \Delta T$$

— средняя теплоемкость на интервале  $(T, T + \Delta T)$ . Из уравнения (6) получим

$$\Delta Q = \frac{\bar{C}_{\varepsilon_d}}{\beta} - \frac{\bar{C} K_T}{\beta} \sigma. \quad (7)$$

Учтем, что число деформированных связей в дилатоне равно  $n \approx \Lambda/a$ , где  $a$  — характерное межатомное расстояние в области дилатона до нагружения тела. Тогда выражение (7) можно переписать в виде

$$\Delta Q = \frac{\bar{C}_0 \varepsilon_d^* n}{\beta} - \frac{\bar{C}_0 K_T}{\beta a} \Lambda \sigma, \quad (8)$$

где  $\varepsilon_d^*$  — деформация одной связи в критическом дилатоне,  $\bar{C}_0$  — средняя атомная теплоемкость. С учетом выражений (8) и (4) получим из (3), полагая  $\Delta \Phi_d = \Delta Q$ ,

$$\omega_+ \sim \frac{s}{\Lambda} \exp \left( \left( \bar{C}_0 \varepsilon_d^* n - \frac{\bar{C}_0}{a} K_T \Lambda \sigma \right) / \beta k T \right). \quad (9)$$

Из формулы (9) следует, что энергия активации  $U$  образования очага разрушения равна  $U_0 - \gamma \sigma$ , где

$$U_0 = \bar{C}_0 \varepsilon_d^* n / \beta, \quad \gamma = C_0 K_T \Lambda / \beta a. \quad (10)$$

Полученные выражения для составляющих энергии активации  $U_0$  и  $\gamma$  совпадают в точности с выражениями, найденными в работах [6-8], за исключением того, что (10) содержит среднюю атомную теплоемкость.

При достаточно малых приложенных к телу растягивающих напряжениях в случае хрупкого разрушения становятся существенными процессы восстановления разорванных связей. Частоту восстановления связей в распавшемся дилатоне  $\omega_-$  можно найти, если заметить, что между  $\omega_+$  и  $\omega_-$  должно выполняться соотношение  $\omega_+ (N - N_0) = \omega_- N_0$ , где  $N_0$  — равновесное число распавшихся дилатонов в нагруженном теле, а  $N$  — число мест в теле, наиболее благоприятных для образования критических дилатонов. Из термодинамических соображений следует, что  $N_0 / (N - N_0) = \exp(-\Delta \Phi(\sigma, T) / kT)$ , где  $\Delta \Phi$  — изменение термодинамического потенциала нагруженного тела в результате распада дилатона и образования очага разрушения.

Таким образом, на основании изложенного имеем

$$\omega_- = \omega_+ \exp(\Delta \Phi(\sigma, T) / kT). \quad (11)$$

В работах [11, 12] было показано, что величина  $\Delta \Phi$  может быть представлена в виде

$$\Delta \Phi(\sigma, T) = \Delta \Phi_n(\sigma, T) + \Delta \Phi_\gamma(\sigma, T), \quad (12)$$

$\Delta \Phi_n$  — изменение термодинамического потенциала нагруженного тела вследствие образования новых поверхностей при распаде дилатона;  $\Delta \Phi_\gamma$  — изменение упругой энергии нагруженного тела при образовании очага разрушения. Заметим, что из (11) и (12) следует, что  $\omega_+ = \omega_-$  при  $\Delta \Phi_n = -\Delta \Phi_\gamma$ , что совпадает с известным условием Гриффитса [15], которое является критерием начала процесса разрушения.

Величину  $\Delta \Phi_n(\sigma, T)$  можно представить в виде  $\Delta \Phi_n = \alpha(\sigma, T) S_d$ , где  $\alpha$  — удельная свободная поверхностная энергия нагруженного тела,  $S_d$  — площадь поверхности образующегося после распада дилатона очага разрушения (субмикротрещины). Точная зависимость  $\alpha(\sigma, T)$  от  $\sigma$  нам неизвестна, однако в том же приближении, что и (5), имеем

$$\alpha \approx \alpha(0, T) - (\partial \alpha / \partial \sigma)_{\sigma=0} \sigma \equiv \alpha_0 - \alpha_1 \sigma.$$

Подставляя полученные результаты в (11), найдем в конечном итоге

$$\omega_- \sim \frac{s}{\Lambda} \exp[-(U'_0 + \gamma' \sigma - \Delta \Phi_\gamma) / kT]. \quad (13)$$

Здесь

$$U'_0 = U_0 - \alpha_0 S_d, \quad \gamma' = -\gamma + \alpha_1 S_d. \quad (14)$$

В качестве оценки параметра  $\gamma'$  можно принять  $\gamma' = \gamma$ , где  $\gamma$  определяется формулой (10).

Таким образом, как следует из (13) и (14), энергия активации восстановления разорванных связей при не очень малых  $\sigma$  оказывается существенно больше энергии активации их разрыва [11, 12], что связано еще и с тем, что  $\Delta\Phi_y \sim -\sigma^2$  и эта энергия также добавляется к  $U'_0$ . Однако при достаточно малых  $\sigma$  (см. выше) возможность восстановления разорванных связей необходимо учитывать, поскольку это ведет, как показано в работах [13, 16], к отклонению зависимости  $\tau$  от  $\sigma$  от задаваемой формулой Журкова (1).

Для определения долговечности нагруженного тела необходимо решить кинетическое уравнение (2), задав вероятности перехода  $W(l'/l, t)$  и начальное распределение трещин  $f(l, 0)$ . Затем по известной функции  $f(l, t)$  необходимо найти тот момент времени, когда первая из имеющихся в нагруженном теле трещин достигнет размеров образца и тем самым разрушит его. При этом существенную роль в долговечности нагруженного тела играет структура материала. Так, в низкопрочных материалах всегда имеется начальное распределение трещин по степени опасности и поэтому долговечность в этом случае определяется временем развития наиболее опасной трещины.

В прочных и высокопрочных материалах долговечность определяется в основном длительностью процесса накопления очагов разрушения и их коалесценции до образования трещины, разрушающей нагруженное тело, а не временем ее развития [17-20]. Для таких материалов кинетическое уравнение (2) существенно упрощается, если пренебречь частотой восстановления связей, ввиду их малой вероятности при не очень малых напряжениях. Имеем для однородного тела

$$dN_d(t)/dt = (N - N_d(t)) \omega_+ \quad (15)$$

Здесь  $N_d(t)$  — число образовавшихся к моменту времени  $t$  очагов разрушения (субмикротрещин) в результате распада критических дилатонов;  $N = V/V_d$  — исходное число разрушаемых элементов нагруженного тела;  $V, V_d$  — объемы тела и дилатона. Решение уравнения (15) имеет вид

$$c = 1 - \exp(-\omega_+ t), \quad (16)$$

где  $c = N_d/N$ .

Уравнение (16) описывает релаксацию нагруженного тела до момента начала процесса коалесценции субмикротрещин, которое можно принять примерно равным долговечности  $\tau$ . Коалесценция субмикротрещин начинается тогда, когда среднее расстояние между ними становится по порядку величины равным их размеру, т. е.  $\sqrt[3]{V/N_d} \sim \Delta$ . Отсюда следует, что  $c \sim V_d/\Delta^3$ . Так как  $V_d \sim \Delta a^2$ , то  $c \sim (a/\Delta)^2$ . Подставляя это значение  $c$  в уравнение (16) и учитывая, что  $c \ll 1$ , получим следующее выражение для долговечности прочных и высокопрочных материалов:

$$\tau \sim \tau_0 \exp((U_0 - \gamma\sigma)/kT), \quad (17)$$

где

$$\tau_0 \sim \tau_d (a/\Delta)^2, \quad \tau_d = 1/\omega_d. \quad (18)$$

Так как  $\tau_d \sim 10^{-9} \div 10^{-10}$  с [4, 6-8], а  $(a/\Delta)^2 \sim 10^{-3} \div 10^{-4}$  (для металлов), то  $\tau_0 \sim 10^{-12} \div 10^{-14}$  с, что хорошо согласуется с экспериментальными данными.

Долговечность сверхпрочных материалов рассмотрена в работе [13]. Однако и в этом случае оказалось, что  $\tau \sim \exp((U_0 - \gamma\sigma)/kT)$ , так как подавляющая часть долговечности определяется временем появления первого очага разрушения.

#### С п и с о к л и т е р а т у р ы

- [1] Журков С. Н., Закревский В. А., Томашевский Э. Е. // ФТТ. 1964. Т. 6. № 6. С. 1912—1914.
- [2] Журков С. Н., Корсунков В. Е. // ФТТ. 1973. Т. 15. № 7. С. 2071—2080.

- [3] Журков С. Н., Куксенко В. С., Слущкер А. И. // ФТТ. 1969. Т. 11. № 2. С. 269—307.
- [4] Кусов А. А. // ФТТ. 1979. Т. 21. № 10. С. 3095—3099.
- [5] Кусов А. А., Веттегрень В. П. // ФТТ. 1980. Т. 22. № 11. С. 3350—3358.
- [6] Журков С. Н. // ФТТ. 1980. Т. 22. № 11. С. 3344—3349.
- [7] Журков С. Н. // ФТТ. 1983. Т. 25. № 10. С. 3119—3123.
- [8] Петров В. А. // ФТТ. 1983. Т. 25. № 10. С. 3124—3127.
- [9] Журков С. Н. // Изв. АН СССР, неорг. матер. 1967. Т. 3. № 10. С. 1767—1776.
- [10] Бартечев Г. М. // Изв. АН СССР, ОТН. 1955. № 9. С. 53—54.
- [11] Карташов Э. М., Шевелев В. В., Валишин А. А., Бартечев Г. М. // Высокомолек. соед. А. 1986. Т. 28. № 4. С. 805.
- [12] Bartenev G. M., Shevelev V. V., Kartashov E. M., Valishin A. A. // Acta polymerica. 1987. V. 38. N 12. P. 674—678.
- [13] Шевелев В. В., Карташов Э. М. // Физ.-хим. механика материалов. 1988. № 6. С. 49—53.
- [14] Регель В. Р., Слущкер А. И., Томашевский Э. Е. Кинетическая природа прочности твердых тел. М.: Наука, 1974. С. 560.
- [15] Griffith A. A. // Phil. Trans. Roy. Soc. A. 1920. V. 221. P. 162.
- [16] Карташов Э. М., Бартечев Г. М. // Высокомолек. соед. А. 1981. Т. 23. № 4. С. 904—912.
- [17] Журков С. Н., Куксенко В. С. // Механика полимеров. 1974. Т. 5. С. 792—801.
- [18] Слущкер А. И., Куксенко В. С. // Механика полимеров. 1975. Т. 1. С. 84—94.
- [19] Готлиб Ю. Я., Добродумов А. В., Ельяшевич А. М., Светлов Ю. Е. // ФТТ. 1973. Т. 15. С. 801.
- [20] Петров В. А. // ФТТ. 1983. Т. 25. № 10. С. 3110—3113.

Московский институт тонкой  
химической технологии им. М. В. Ломоносова  
Москва

Поступило в Редакцию  
22 ноября 1988 г.  
В окончательной редакции  
2 марта 1989 г.