

СТАТИСТИЧЕСКАЯ ОЦЕНКА ХРУПКОЙ ПРОЧНОСТИ  
С УЧЕТОМ ТРЕЩИНОСТОЙКОСТИ

А. И. КОРШУНОВ, С. А. НОВИКОВ

(Москва)

Классический статистический подход к вопросу о вероятности хрупкого разрушения предполагает, что в исследуемом материале присутствует набор дефектов, который и определяет прочность образца, изготовленного из данного материала. При этом предполагается, что каждому конкретному дефекту может быть поставлена в соответствие своя местная прочность. Прочность всего образца (по крайней мере, при статическом нагружении) определяется прочностью того наиболее опасного дефекта, который в данном образце имеет минимальную прочность. Проявление масштабного эффекта (МЭ) заключается в том, что в образце большего объема вероятность встретить более опасный дефект увеличивается. Впервые подобное объяснение МЭ было изложено в [1], а математическая трактовка с использованием несколько разных подходов изложена сначала в [2], а позднее в [3].

В [2] вводится понятие вероятности разрушения  $S_0$  единичного объема при напряжении  $\sigma$ , и на основе решения статистической задачи автор получает вероятность разрушения  $S$  при напряжении  $\sigma$  образца объемом  $V$ :

$$(1) \quad S = 1 - e^{-Vn(\sigma)},$$

где функция  $n(\sigma)$  выбрана в виде

$$(2) \quad n(\sigma) = (\sigma/\sigma_0)^m,$$

( $\sigma_0$  и  $m$  — константы материала, подбираемые экспериментально). Далее, в [2] из уравнения (1) с учетом (2) получена следующая зависимость разрушающего напряжения от объема испытываемого образца:

$$\sigma_p = \sigma_0 I_m V^{-1/m},$$

где  $I_m$  — константа для данного напряженного состояния. В более общем виде

$$(3) \quad \sigma_p = A V^{-1/m},$$

где  $A = \sigma_0 I_m$ .

Другой подход к решению данной задачи предлагается в [3], где находится вероятность  $W(F)dF$  того, что в образце объемом  $V$  самым опасным окажется дефект с параметром  $F \div F + \Delta F$

$$W(F) dF = \bar{n} V p(F) \left[ \int_F^\infty p(F) dF \right]^{\bar{n}V-1} dF,$$

где  $\bar{n}$  — среднее количество дефектов в единице объема;  $p(F)$  — плотность распределения величины параметра дефекта. Здесь под параметром дефекта понимается значение хрупкой прочности. Наиболее вероятное значение хрупкой прочности  $F^*$  образцов данного объема  $V$  определится в этом случае из условия максимума функции  $\partial W(F)/\partial F = 0$ .

Используя в качестве функции плотности распределения  $p(F)$  функцию Гаусса, авторы работы [3] получили следующие уравнения для разрушающего напряжения в зависимости от объема испытываемого образца:

$$F^* = a + b/V, \quad F^* = F_0 - \sqrt{A \operatorname{tg} V + B}$$

соответственно для образцов «малого» и «большого» объемов. Здесь  $a, b, F_0, A, B$  — константы.

В данной работе предлагается решение статистической задачи о вероятности хрупкого разрушения с привлечением линейной механики разрушения и концепции наислабейшего звена [4]. Пусть хрупкий материал обладает каким-либо набором дефектов в виде эллиптических трещин Гриффитса. Тогда при прочих равных условиях

прочность изготовленного из данного материала образца определится той трещиной, размер которой максимален.

Для решения задачи воспользуемся подходом, предложенным в [3], однако в качестве параметра дефекта примем не хрупкую прочность, а функцию, связанную с характерным размером трещины.

Пусть  $F(\xi)$  — плотность распределения величины параметра дефекта. Предположим, что параметр  $\xi$ , физически не уточняемый, является возрастающей функцией  $\xi(a)$ , где  $a$  — характерный размер трещины. Предположим также, что функция  $F(\xi)$  имеет область определения от  $\xi_1$  до  $\xi_2$ . Вероятность того, что взятая наугад трещина имеет параметр  $\xi^*$ , равна  $F(\xi^*)d\xi$ , а вероятность, что трещина имеет параметр, мень-

ший  $\xi^*$ , равна  $\int_{\xi_1}^{\xi^*} F(\xi)d\xi$ . В этом случае вероятность  $P(\xi^*)d\xi$ , выражающая, что в образце объема  $V$  имеется трещина с параметром  $\xi^*$  (при этом все остальные трещины имеют параметр меньше  $\xi^*$ ), равна

$$P(\xi^*)d\xi = \bar{n}VF(\xi^*) \left[ \int_{\xi_1}^{\xi^*} F(\xi)d\xi \right]^{\bar{n}V-1} d\xi,$$

где

$$(4) \quad P(\xi) = \bar{n}VF(\xi) \left[ \int_{\xi_1}^{\xi} F(\xi)d\xi \right]^{\bar{n}V-1}$$

— соответствующая плотность распределения;  $\bar{n}$  — среднее количество трещин в единице объема. Наиболее вероятное (модальное) значение максимальной величины параметра дефекта для образца заданного объема определится из уравнения

$$(5) \quad \partial P(\xi)/\partial \xi = 0.$$

Дифференцируя уравнение (4) с учетом (5), получаем

$$(6) \quad F(\xi)^2(\bar{n}V-1) + \int_{\xi_1}^{\xi} F(\xi)d\xi \frac{\partial F(\xi)}{\partial \xi} = 0.$$

Пусть  $F(\xi)$  имеет нормальный закон распределения, т. е.

$$F(\xi) = \frac{1}{S\sqrt{2\pi t}} \exp \left[ -\frac{(\xi-m)^2}{2S^2} \right],$$

где  $S$  и  $m$  — параметры распределения. В этом случае

$$\xi_1 = -\infty, \frac{\partial F(\xi)}{\partial \xi} = -F(\xi) \frac{\xi-m}{S^2}, \int_{-\infty}^{\xi} F(\xi)d\xi = \Phi^* \left( \frac{\xi-m}{S} \right),$$

где  $\Phi^*((\xi-m)/S)$  — интеграл вероятностей. С учетом вышеизложенного уравнение (6) приводим к виду

$$(7) \quad \frac{\bar{n}V-1}{\sqrt{2\pi}} \exp \left[ -\frac{1}{2} \left( \frac{\xi-m}{S} \right)^2 \right] - \left( \frac{\xi-m}{S} \right) \Phi^* \left( \frac{\xi-m}{S} \right) = 0.$$

Для решения полученного уравнения проведем следующие преобразования. Введем новые переменные:

$$(8) \quad N = \bar{n}V,$$

где  $N$  — общее количество трещин в испытываемом объеме;

$$(9) \quad t = (\xi-m)/S.$$

В этом случае уравнение (7) преобразуется к виду

$$(10) \quad N = \sqrt{2\pi t} \exp(t^2/2) \Phi^*(t) + 1.$$

Используя полученное уравнение, можно построить графически (фиг. 1) или получить в табулированном виде функцию  $t = t(N)$ . Тогда с учетом (8)—(10) получаем следующую зависимость наиболее вероятной максимальной величины параметра дефекта от объема испытываемого образца:

$$(11) \quad \xi = t(\bar{n}V)S + m.$$

Полученное значение  $\xi$  является модальным значением, соответствующим при этом квантилю порядка  $P$  распределения (4).

В этом случае квантиль порядка  $P$  разрушающего напряжения  $\sigma$  для соответствующего распределения находится из выражения

$$(12) \quad \sigma_p = f(a(\xi_p)),$$

где  $f$  — функция связи между разрушающим напряжением и характерным размером трещины;  $a(\xi)$  — обратная функция от  $\xi(a)$ .

Перейдем теперь к определению разрушающего напряжения в зависимости от объема испытуемого образца, приняв в первом приближении, что  $\sigma_p$  соответствует среднему значению разрушающего напряжения. Рассмотрим бесконечное твердое тело с внутренней дискообразной трещиной диаметром  $a$ . В случае его растяжения напряжением  $\sigma$  имеем [5]

$$K_I = \sigma \sqrt{2a/\pi},$$

где  $K_I$  — коэффициент интенсивности напряжений. Так как диаметр трещины в рассматриваемом нами случае значительно меньше характерных размеров тела, то можно принять, что тело бесконечно, тогда выражение для разрушающего напряжения имеет вид

$$(13) \quad \sigma_p = K_{IC} \sqrt{\pi/2a},$$

где  $K_{IC}$  — критический коэффициент интенсивности напряжений. В уравнении (13) под  $a$  принимаем величину  $a_p$ , и тогда, согласно уравнениям (11)–(13), с учетом вышесказанного допущения получаем следующую зависимость прочности образца от испытуемого объема:

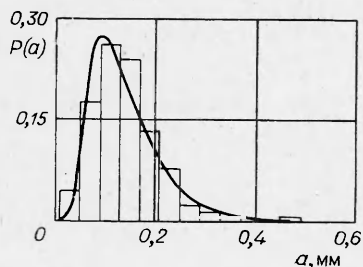
$$(14) \quad \sigma_p = K_{IC} \sqrt{\pi/[2a(t(\bar{n}V)S + m)]}.$$

Вид функции  $\xi(a)$  удобно рассмотреть на примере микроструктуры пенопласта, при этом в качестве дефектов будем рассматривать поры, а в качестве характерного размера — диаметр пор. Преимуществом этого материала является то, что даже при небольшом увеличении можно достаточно точно оценить объемную плотность пор и их размеры [6]. На фиг. 2 приведена гистограмма для диаметра пор пенопласта ППУ-307 ( $\gamma = 6,9 \text{ кН/м}^3$ ), которая достаточно хорошо подчиняется логарифмически нормальной функции распределения. Уравнение (14) преобразуется в этом случае к виду

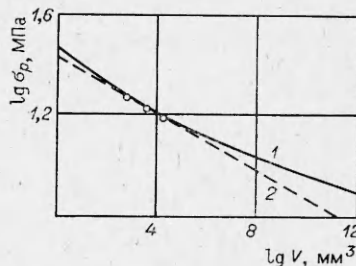
$$(15) \quad \sigma_p = K_{IC} \sqrt{\pi/[2 \exp(t(\bar{n}V)S + m)]}.$$

В таблице приведены экспериментальные результаты при испытании на растяжение пенопласта ППУ-307 ( $\gamma = 6,9 \text{ кН/м}^3$ ), а также аппроксимированные уравнением (15), при этом величины  $\bar{n} = 206 \text{ шт/мм}^3$ ,  $S = 0,524$ ,  $m = -2,082$  получены из анализа микроструктуры, а  $K_{IC} = 16,5 \text{ Н/мм}^{3/2}$  — по результатам аппроксимации. Данные таблицы показывают хорошее совпадение эксперимента с расчетом и позволяют судить о достаточной надежности полученного уравнения. Полученное в результате аппроксимации значение  $K_{IC} = 16,5 \text{ Н/мм}^{3/2}$  совпадает по порядку величины со значениями  $K_{IC}$  для неметаллических материалов [7].

В качестве второго примера можно предложить спеченный материал с искусственно организованными дефектами, например ВМЗ-2\*. Так, для ВМЗ-2 в эксперименте было получено значение прочности 536 и 455 МПа, расчетом — 547 и 445 МПа соответственно для объемов  $2,83 \cdot 10^1$  и  $4,71 \cdot 10^3 \text{ мм}^3$ .



Фиг. 2



Фиг. 3

\* Сплав ВМЗ-2 получают методом горячего прессования из порошков W, Ni и Cu, и поэтому, как и для пенопласта, здесь можно оценить количество дефектов и их распределение. В весовом соотношении материал содержит 3% Ni, 2% Cu, 95% W.

$V$ , мм <sup>3</sup>	$N$ , шт	$t$	$\sigma_p$ , МПа (эксперимент)	$\sigma_p$ , МПа (расчет)
$8,04 \cdot 10^2$	$1,74 \cdot 10^5$	4,40	18,6	18,5
$4,31 \cdot 10^3$	$9,31 \cdot 10^5$	4,75	16,9	16,9
$2,17 \cdot 10^4$	$4,69 \cdot 10^6$	5,06	15,5	15,6

Для описания произвольных результатов по МЭ без предварительного анализа микроструктуры уравнение (15) целесообразно привести к виду

$$(16) \quad \sigma_p = A \exp [-Bt(nV)],$$

где  $A = K_{IC} \sqrt{\pi/[2 \exp(m)]}$ ;  $B = S/2$ . Полученное уравнение позволяет описывать экспериментальные результаты при широком изменении испытываемого объема. Уравнение (16) в этом смысле более удобно, чем уравнения масштабной зависимости, полученные в [3]. Так, в [3] из-за ряда функциональных приближений было использовано два уравнения: одно для образцов «малого» объема, другое для «большого». Подобное разграничение является неудобным с точки зрения практического использования и не позволяет проводить экстраполяцию.

Представляет интерес сравнить уравнение (3) с полученным в данной работе (16). Уравнением (3) можно аппроксимировать результаты экспериментов для любого участка масштабной зависимости, однако, как показано в [8], оно не позволяет описать результаты при значительном изменении объема испытываемых образцов. Для устранения этого недостатка в [8] предлагается добавить к правой части уравнения (3) свободный член, что не укладывается в рамки теоретических предпосылок.

На фиг. 3 приведена зависимость изменения  $\sigma_p$  от объема образца для пенопласта ППУ-307 ( $\gamma = 6,9$  кН/м<sup>3</sup>). Эти результаты аппроксимировались как уравнением (3) — кривая 2, так и уравнением (16) — кривая 1. Из фиг. 3 видно, что для уравнения (16) наблюдается уменьшение интенсивности МЭ  $[\partial(\lg \sigma_p)/\partial(\lg V)]$  с увеличением испытываемого объема, что и наблюдается на практике [8]. Для уравнения же (3) интенсивность МЭ остается постоянной и равной  $1/m$ . Кривые 1 и 2 (см. фиг. 3) совпадают между собой при изменении объема примерно на три порядка. Отсюда вытекает, что в случае описания экспериментальных результатов масштабной зависимости при небольшом изменении объема можно пользоваться уравнением (3), однако при этом исключается экстраполяция. Полученное в данной работе уравнение (15) (или (16)) позволяет аппроксимировать экспериментальные результаты при значительно большем изменении испытываемого объема и проводить далекую экстраполяцию.

#### ЛИТЕРАТУРА

1. Александров А. П., Журков С. Н. Явление хрупкого разрыва. М.— Л.: Гостехтеорпиздат, 1933.
2. Weibull W. A statistical theory of the strength of materials.— Roy. Swedish Inst. Engng Res. Proc., 1939, N 151.
3. Конгорова Т. А., Тимошенко О. А. Обобщение статистической теории прочности на случай неоднородно-напряженного состояния.— ЖТФ, 1949, т. 19, № 3.
4. Фрейденталь А. М. Статистический подход к хрупкому разрушению.— В кн.: Разрушение. Математические основы теории разрушения. Т. 2. М.: Мир, 1975.
5. Броек Д. Основы механики разрушения. М.: Высш. школа, 1980.
6. Павлов В. А. Пенополистирол. М.: Химия, 1973.
7. Черепанов Г. П. Механика хрупкого разрушения. М.: Наука, 1974.
8. Матвеев А. В., Шлейфер Н. И., Константинов В. И. Влияние размеров испытываемых образцов на величину прочности стекла марки К8.— Опт.-мех. промышленность, 1979, № 2.

Поступила 5/VIII 1983 г.