ВЛИЯНИЕ ПРЕДВАРИТЕЛЬНОГО ДЕФОРМИРОВАНИЯ НА УДАРНУЮ ВЯЗКОСТЬ ОБРАЗЦА ШАРПИ ПРИ РАЗРУШЕНИИ

В. П. ДЯДИН, канд. техн. наук (Ин-т электросварки им. Е. О. Патона НАН Украины)

Предложен подход к оценке ударной вязкости образца Шарпи на верхнем шельфе в зависимости от степени предварительного пластического деформирования металлопроката. Выполнен анализ полученных аналитических зависимостей и определены основные параметры, характеризующие их изменения. Предложена простая инженерная зависимость, позволяющая оценить изменение ударной вязкости образца Шарпи на верхнем шельфе в зависимости от степени пластического деформирования при изготовлении и монтаже элементов металлоконструкций.

ALGUCCATICHURGESAR

Ключевые слова: сварное соединение, ударная вязкость, образцы Шарпи, вязкое разрушение, деформационное старение, верхний шельф, пластическая деформация

При аналитическом подтверждении устойчивой связи между значениями ударной вязкости образцов Шарпи и Менаже на верхнем шельфе [1] критический угол изгиба образца Шарпи θ_{1k} в момент зарождения разрушения оценивали через деформацию ε_f , соответствующую потере пластической устойчивости материала ε_n :

$$\varepsilon_{\mathbf{p}} = n/(1-n),\tag{1}$$

где *п* — деформационное упрочнение материала.

Как было отмечено в работах [1, 2], угол изгиба θ_{1k} образца Шарпи в этом случае можно выразить зависимостью

$$\theta_{1\kappa} = 3\varepsilon_{\rm B} ((1 + 4r/\rho)/K_{\nu}^2)^{1/(1+n)}, \tag{2}$$

где ρ — радиус надреза ($\rho = 0,25$ мм); r — расстояние от вершины надреза, соизмеримое с характерным средним размером структурного элемента (r = 0,05...0,1 мм); K_{ν} — коэффициент концентрации упругих напряжений в вершине надреза образца Шарпи ($K_{\nu} = 3,44$) [3]; $\varepsilon_{\rm B}$ — деформация, соответствующая условному временному сопротивлению материала $\sigma_{\rm B}$.

При принятом допущении было показано хорошее соответствие между экспериментальными и теоретическими результатами.

В данной статье рассматривается возможность оценки относительного изменения ударной вязкости разрушения образца Шарпи в зависимости от степени предварительного пластического деформирования металлопроката. В случае решения этой задачи появляется практическая возможность скорректировать требования к ударной вязкости с учетом ее возможного снижения в зависимости

© В. П. Дядин, 2007

от прогнозируемого пластического деформирования элемента конструкции, что позволит расширить практическое применение критериев механики разрушения [4] при проектировании и расчете конструкций на прочность и более обоснованно подойти к выбору конструкционных материалов в случае появления пластических деформаций.

Так, например, это может быть полезным при оценке трещиностойкости материала локализованных повреждений магистральных трубопроводов, подвергающихся пластическим деформациям в процессе монтажа, в случаях подвижки грунтов, температурных воздействий и т. д. [5].

Исходя из соотношений (1), (2), работ [1, 2] и задавая истинную кривую деформирования материала степенным законом упрочнения

$$\sigma = \sigma_{0,2} (\epsilon/\epsilon_{\rm T})^n, \qquad (3)$$

удельную работу распространения a_v^p трещины и зарождения разрушения a_v^3 образца Шарпи при статическом нагружении можно записать в виде

$$a_{\nu}^{p} = ((1 + 4r/\rho)/K_{\nu}^{2})^{n/(1+n)}(B-L) \times \\ \times k_{2}(\sigma_{B}(1 + \varepsilon_{B}))^{2}\varepsilon_{B}/(4\sigma_{0,2}), \qquad (4)$$

$$a_{\nu}^{3} = ((1 + 4r/\rho^{3})/K_{\nu}^{2})(B-L) \times \\ \times 3k_{1}(\sigma_{B}\varepsilon_{B}(1 + \varepsilon_{B}))/(4(1+n)), \qquad (5)$$

где $\varepsilon_{\rm T}$ — деформация, при которой определяется соответствующий условный предел текучести $\sigma_{0,2}$ материала; k_1 — коэффициент стеснения для образца Шарпи, равный 1,25 [3]; k_2 — средний коэффициент стеснения для стандартного образца Шарпи в момент развития разрушения, равный 1,26; (B-L) — высота образца под надрезом, равная 8 мм [1].

НАУЧНО-ТЕХНИЧЕСКИЙ РАЗДЕЛ

Полная работа разрушения образца Шарпи $(a_v = a_v^p + a_v^3)$ в этом случае может быть представлена в виде

$$a_{\nu} = \frac{1 + 4r/\rho_{\nu}}{K_{\nu}^{2}} (B - L)\sigma_{\rm B}\varepsilon_{\rm B}(1 + \varepsilon_{\rm B}) [k_{2}\sigma_{\rm B}(1 + \varepsilon_{\rm B}) \times ((1 + 4r/\rho)/K_{\nu}^{2})^{-1/(1 + n)}/(4\sigma_{0,2}) + 3k_{1}/(4(1 + n))].$$
(6)

Для учета влияния пластических деформаций на изменение работы разрушения образца Шарпи рассмотрим образец, изготовленный из того же материала, но предварительно деформированный на величину є в направлении его длины.

Если пренебречь деформационным старением материала, то исходя из условной кривой деформирования (рис. 1), удельная работа распространения $a_v^{p(\varepsilon)}$ и зарождения разрушения $a_v^{3(\varepsilon)}$ образца Шарпи в этом случае могут быть описаны аналогичными зависимостями:

$$a_{\nu}^{\mathbf{p}(\varepsilon)} = \left((1 + 4r/\rho)/K_{\nu}^2 \right)^{n^*/(1+n^*)} (B-L) k_2 \times \sigma_{\mathbf{B}}^{(\varepsilon)} (1 + \varepsilon_{\mathbf{B}}^{(\varepsilon)})^2 \varepsilon_{\mathbf{B}}^{\varepsilon} / (4\sigma_{0,2}^{(\varepsilon)}), \tag{7}$$

$$a_{\nu}^{3(\varepsilon)} = ((1 + 4r/\rho)/K_{\nu}^2)(B - L)3k_1 \sigma_{\rm B}^{(\varepsilon)} \varepsilon_{\rm B}^{(\varepsilon)} \times (1 + \varepsilon_{\rm B}^{(\varepsilon)})/(4(1 + n^*)), \tag{8}$$

где $\varepsilon_{\rm B}^{(\varepsilon)} = \varepsilon_{\rm B} - \varepsilon$; $n^* = \varepsilon_{\rm B}^{(\varepsilon)} / (1 + \varepsilon_{\rm B}^{(\varepsilon)})$; $\varepsilon_{\rm T}^{(\varepsilon)}$ — деформация, при которой определяется соответствующий предел текучести $\sigma_{0,2}^{(\varepsilon)}$; $\varepsilon_{\rm B}^{(\varepsilon)}$ — деформация, соответствующая условному временному сопротивлению $\sigma_{\rm R}^{(\varepsilon)}$.

Соответственно общая работа разрушения $a_v^{(\varepsilon)}$:



Рис. 1. Условные (1, 2) и истинная (3) диаграммы растяжения в случае предварительного деформирования заготовки на величину ε

$$a_{\nu}^{(\varepsilon)} = ((1 + 4r/\rho)/K_{\nu}^{2})(B - L)\sigma_{\rm B}^{(\varepsilon)}\varepsilon_{\rm B}^{(\varepsilon)} \times (1 + \varepsilon_{\rm B}^{(\varepsilon)})[k_{2}\sigma_{\rm B}^{(\varepsilon)}(1 + \varepsilon_{\rm B}^{(\varepsilon)}) \times (1 + 4r/\rho)/K_{\nu}^{2})^{-1/(1 + n^{*})}/(4\sigma_{0.2}^{(\varepsilon)}) + 3k_{1}/(4(1 + n^{*}))].$$
(9)

Выражая $\varepsilon_{\rm B}^{(\epsilon)}$ через $\varepsilon_{\rm B}$ и ϵ , зависимости (7)–(9) могут быть записаны в виде

$$a_{\nu}^{\mathbf{p}(\varepsilon)} = ((1 + 4r/\rho)/K_{\nu}^{2})^{n^{*}/(1 + n^{*})}(B - L) \times \\ \times k_{2}(\sigma_{B}^{(\varepsilon)}(1 + \varepsilon_{B} - \varepsilon))^{2}(\varepsilon_{B} - \varepsilon)/(4\sigma_{0,2}^{(\varepsilon)}), \qquad (10) \\ a_{\nu}^{3(\varepsilon)} = ((1 + 4/\rho)/K_{\nu}^{2})(B - L)3k_{1} \times \\ \times \sigma_{B}^{(\varepsilon)}(\varepsilon_{B} - \varepsilon)(1 + \varepsilon_{B} - \varepsilon)/(4(1 + n^{*})), \qquad (11)$$

$$a_{\nu}^{(\varepsilon)} = ((1 + 4r/\rho)/K_{\nu}^{2})(B - L)\sigma_{\rm B}^{(\varepsilon)}(\varepsilon_{\rm B} - \varepsilon) \times (1 + \varepsilon_{\rm B} - \varepsilon)[(k_2\sigma_{\rm B}^{(\varepsilon)}(1 + \varepsilon_{\rm B} - \varepsilon)) \times (12)]$$

×
$$((1 + 4r/\rho)/K_v^2)^{-1/(1 + n^*)}/(4\sigma_{0,2}^{(\varepsilon)}) + 3k_1/(4(1 + n^*))],$$

где

$$n^* = (\varepsilon_{\rm B} - \varepsilon)/(1 + \varepsilon_{\rm B} - \varepsilon). \tag{13}$$

Полученные уравнения позволяют оценить изменение работы разрушения образца Шарпи на разных стадиях вязкого разрушения в зависимости от прочностных характеристик и предварительного пластического деформирования є. В этом случае изменение удельной работы зарождения и распространения вязкого разрушения в образце Шарпи при статическом нагружении, исходя из (4), (5), (10), (11) может быть представлено следующими зависимостями:

$$a_{\nu}^{3}/a_{\nu}^{3(\varepsilon)} = \left(\frac{\sigma_{\rm B}\varepsilon_{\rm B}(1+\varepsilon_{\rm B})(1+n^{*})}{\sigma_{\rm B}^{(\varepsilon)}(\varepsilon_{\rm B}-\varepsilon)(1+\varepsilon_{\rm B}-\varepsilon)(1+n)}\right),\tag{14}$$

$$a_{\nu}^{p}/a_{\nu}^{p(\varepsilon)} = \left(\frac{1+\frac{4r}{\rho}}{K_{\nu}^{2}}\right)^{\frac{n}{1+n}-\frac{n}{1+n^{*}}} \times \frac{(\sigma_{B}(1+\varepsilon_{B}))^{2}\varepsilon_{B}\sigma_{0,2}^{(\varepsilon)}}{\sigma_{0,2}(\sigma_{B}^{(\varepsilon)}(1+\varepsilon_{B}-\varepsilon))^{2}(\varepsilon_{B}-\varepsilon)}.$$
(15)

Отношение полных работ статического разрушения образца Шарпи, исходя из зависимостей (6), (12), имеет вид

$$a_{v}/a_{v}^{(\varepsilon)} = \frac{\sigma_{\rm B}(1+\varepsilon_{\rm B})\varepsilon_{\rm B}}{\sigma_{\rm B}^{(\varepsilon)}(1+\varepsilon_{\rm B}-\varepsilon)(\varepsilon_{\rm B}-\varepsilon)} \times$$
(16)

Alguerantrinegae

$$\frac{k_{2}\sigma_{e}(1+\varepsilon_{e})((1+4r/\rho)/K_{v}^{2})^{\frac{1}{1+n}}/\sigma_{0,2}+3k_{1}/(1+n)}{k_{2}\sigma_{e}^{(\varepsilon)}(1+\varepsilon_{e}-\varepsilon)((1+4r/\rho)/K_{v}^{2})^{\frac{-1}{1+n^{*}}}/\sigma_{0,2}^{(\varepsilon)}+3k_{1}/(1+n^{*})}.$$

Если не учитывать деформационное старение материала, зависимости (14)–(16) могут быть несколько упрощены. Истинное напряжение $\sigma_{\mu cr}$ на диаграмме растяжения (см. рис. 1) не зависит от степени предварительного деформирования материала до момента образования шейки [6]. Для точки $\sigma_{B}^{\mu cr}$ в этом случае на действительной диаграмме растяжения, соответствующей пределу прочности материала в зависимости от степени предварительного деформирования материала є, можно записать следующее равенство:

$$\sigma_{\rm B}^{\rm HCT} = \sigma_{\rm B}(1+\epsilon_{\rm B}) = \sigma_{\rm B}^{(\epsilon)}(1+\epsilon_{\rm B}^{(\epsilon)}) = \sigma_{\rm B}^{(\epsilon)}(1+\epsilon_{\rm B}^{(\epsilon)}-\epsilon). \tag{17}$$

Таким образом, зная начальные прочностные характеристики метала ($\sigma_{\rm B}$, $\varepsilon_{\rm B}$) для определения степени его предварительной деформации ε достаточно определить текущее значение $\sigma_{\rm B}^{(\varepsilon)}$. Последнее может быть определено неразрушающими методами контроля (например, по твердости при технической диагностике наиболее нагруженных элементов конструкции).

Исходя из выражений (1), (13) и (17) зависимости (14)–(16) могут быть соответственно упрощены:

$$a_{\nu}^{3}/a_{\nu}^{3(\varepsilon)} = \left(\frac{\varepsilon_{\rm B}(1+n^{*})}{(\varepsilon_{\rm B}-\varepsilon)(1+n)}\right) =$$

$$-\frac{\varepsilon_{\rm B}(1+\varepsilon_{\rm B})(1+2\varepsilon_{\rm B}-2\varepsilon)}{(1+1)^{2}}$$
(18)

$$(\varepsilon_{\rm B} - \varepsilon)(1 + \varepsilon_{\rm B} - \varepsilon)(1 + 2\varepsilon_{\rm B})'$$

$$a_{\nu}^{\rm p}/a_{\nu}^{\rm p(\varepsilon)} = \left(\frac{1 + \frac{4r}{\rho}}{K_{\nu}^{\rm 2}}\right)^{\overline{1 + n} \frac{n^{*}}{1 + n^{*}}} \frac{\varepsilon_{\rm B}\sigma_{0,2}^{(\varepsilon)}}{\sigma_{0,2}(\varepsilon_{\rm B} - \varepsilon)}, \quad (19)$$

$$a_{\nu}/a_{\nu}^{(\varepsilon)} = (20)$$

$$\frac{\varepsilon_{e}}{(\varepsilon_{e} - \varepsilon)} \frac{k_{2}\sigma_{e}(1 + \varepsilon_{e})((1 + 4r/\rho)/K_{v}^{2})^{\frac{-1}{1+n}}/\sigma_{0,2} + 3k_{1}/(1+n)}{k_{2}\sigma_{e}(1 + \varepsilon_{e})((1 + 4r/\rho)/K_{v}^{2})^{\frac{-1}{1+n^{*}}}/\sigma_{0,2}^{(\varepsilon)} + 3k_{1}/(1+n^{*})}$$

Используя соотношения (3), (17) при $\varepsilon \ge \varepsilon_{\rm r}$, предел текучести $\sigma_{0,2}^{(\varepsilon)}$ может быть выражен в виде

$$\sigma_{0,2}^{(\varepsilon)} = \sigma_{\rm B}^{\rm HCT} (\varepsilon/\varepsilon_{\rm B})^n = \sigma_{\rm B} (1+\varepsilon_{\rm B}) (\varepsilon/\varepsilon_{\rm B})^n. \tag{21}$$

В этом случае, учитывая зависимость (21), выражения (19), (20) дополнительно упрощаются:

$$a_{\nu}^{p}/a_{\nu}^{p(\varepsilon)} = \left(\frac{1+\frac{4r}{\rho}}{K_{\nu}^{2}}\right)^{\overline{(1+2\varepsilon_{B})(1+2\varepsilon_{B}-2\varepsilon)}} \times \frac{\varepsilon_{B}\sigma_{B}(1+\varepsilon_{B})(\varepsilon/\varepsilon_{B})^{n}}{\sigma_{0.2}(\varepsilon_{B}-\varepsilon)}, \qquad (22)$$

$$a_{\nu}/a_{\nu}^{(\varepsilon)} = \frac{\varepsilon_{\rm B}}{(\varepsilon_{\rm B} - \varepsilon)} \times$$
 (23)

$$\frac{k_{2}\left(\frac{\sigma_{_{g}}}{\sigma_{_{0,2}}}\right)(1+\varepsilon_{_{g}})((1+4r/\rho)/K_{_{v}}^{2})^{\frac{-1}{1+n}}+3k_{_{1}}/(1+n)}{k_{2}\left(\frac{\varepsilon_{_{g}}}{\varepsilon}\right)^{n}\left((1+4r/\rho)/K_{_{v}}^{2}\right)^{\frac{-1}{1+n^{*}}}+3k_{_{1}}/(1+n^{*})}.$$

Как видно из выражения (18), относительное изменение работы зарождения вязкого разрушения образца Шарпи при статическом нагружении полностью характеризуется начальной равномерной деформационной способностью металла $\varepsilon_{\rm B}$ и предварительной деформацией ε . Общий график относительного изменения работы зарождения образца Шарпи в зависимости от исходного значения равномерной пластической деформации $\varepsilon_{\rm B}$ и величины $\varepsilon/\varepsilon_{\rm I}$ представлен на рис. 2.

Исходя из зависимости (22) следует, что относительное изменение работы распространения разрушения образца Шарпи зависит от начальных прочностных характеристик металла ($\sigma_{\rm B}$, $\sigma_{0,2}$, $\varepsilon_{\rm B}$), размера зоны *r* и величины ε .

На рис. 3 приведены графики изменения величины $a_v^p \sigma_{0,2} / (a_v^{p(\varepsilon)} \sigma_{\rm B})$ от исходного значения равномерной деформации $\varepsilon_{\rm B}$, величины $\varepsilon/\varepsilon_{\rm B}$ и эле-



Рис. 2. Относительное изменение работы зарождения вязкого разрушения образца Шарпи $(a_v^3/a_v^{3(\varepsilon)})$ в зависимости от исходного значения равномерной пластической деформации $\varepsilon_{\rm B}$ и величины $\varepsilon/\varepsilon_{\rm B}$

LUURAAUCHIEREKARI



мента *r*. Как видно из рисунка, изменение величины *r* в представленном диапазоне (0,05...0,1 мм) очень слабо влияет на значения $a_v^p \sigma_{0,2} / (a_v^{p(\varepsilon)} \sigma_{\rm B})$, что позволяет в ряде случаев для упрощения дальнейших оценок принять ее равным некоторому среднему размеру ($r \approx 0,06$ мм) [1, 2].

Зная начальные прочностные характеристики металла ($\sigma_{\rm B}$, $\sigma_{0,2}$, $\varepsilon_{\rm B}$), уравнение (23) вполне пригодно для практической оценки изменения вязкости разрушения образца Шарпи в зависимости от степени предварительной деформации.

Следует отметить, что прямое экспериментальное определение величины єв инженерной практике встречает некоторые затруднения. В частности, при поставке материала заводом-изготовителем гарантируются только минимальные значения механических характеристик $\sigma_{\rm B}, \sigma_{0,2},$ и, как следствие, требования к степени однородной деформации оказываются неопределенными. В связи с этим прямое использование величины є, при оценке прочностных свойств и проектировании конструкций не применяется (в данном случае в сертификатах приводятся только значения относительного удлинения, которое имеет ограничение снизу, что позволяет косвенно судить о пластической способности материала). Для устранения данного недостатка в работе [7] при установлении корреляционной зависимости между сертификатными значениями $\sigma_{\rm B}$, $\sigma_{0.2}$ и величиной $\varepsilon_{\rm B}$ исследовано семь наиболее широко используемых конструкционных сталей с различными начальными



Рис. 3. Относительное изменение удельной работы распространения разрушения образца Шарпи $a_{\nu}^{p}\sigma_{0,2}/(a_{\nu}^{p(\varepsilon)}\sigma_{B})$ в зависимости от исходного значения ε_{B} , $\varepsilon/\varepsilon_{B}$ при r = 0.05 (*a*); 0.07 (*b*); 0.1 мм (*s*)

механическими свойствами и формами поведения кривой деформирования. В результате выполненных исследований получена упрощенная корреляционная зависимость (числовые коэффициенты округлены до сотых значений):

$$n = -0,18 + 0,22\sigma_{\rm B}/\sigma_{0.2},\tag{24}$$

где *n* определяется из выражения (1). Как следует из (24), показатель деформационного упрочнения в данном случае имеет ограничение снизу, равное 0,04 ($\varepsilon_{\rm B} \approx 0,041$), что примерно соответствует деформации при определении условного предела текучести $\sigma_{0,2}$ с поправкой на пластичность 0,2 %.

Принимая во внимание (24), появляется возможность графического анализа выражения (23) в зависимости от пластических свойств $\varepsilon_{\rm B}$ и относительного предварительного пластического деформирования $\varepsilon/\varepsilon_{\rm B}$ материала. На рис. 4 графически представлен общий характер изменения зависимости (23) с учетом выражений (1), (13) и (24).

Как видно из рис. 4, при увеличении относительной предварительной деформации є/є_в свыше 50 % отмечается значительное падение вязкости разрушения образца Шарпи. Косвенным подтверждением последнего служат также экспериментальные данные, полученные в работе [8]. Кроме того, значительное падение вязкости образца Шарпи может иметь место и при малых значениях предварительной пластической деформации материала є, если последний имеет низкий запас пластичности.



Рис. 4. Расчетные значения относительного изменения работы вязкого разрушения образца Шарпи $a_v/a_v^{(\varepsilon)}$ в зависимости от степени предварительной пластической деформации $\varepsilon/\varepsilon_{\rm B}$

Как отмечалось в работе [1], полученные квазистатические зависимости по оценке работ разрушения (a_v , a_v^p , a_v^3) образца Шарпи можно распространить и на случай динамического нагружения.

Для оценки правомерности принятых выше допущений и подходов к оценке работы разрушения образца Шарпи [2] выполнена экспериментальная проверка полученных зависимостей на примере листового проката из стали 09Г2С-Ш толщиной 70 мм.

Для исключения влияния неоднородности свойств металлопроката в направлении толщины исследовали слой металла толщиной 14 мм, находящийся на глубине 15 мм от поверхности листа. Схема вырезки и расположение образцов представлены на рис. 5. Подготовленные плоские образцы МИ-7 подвергали различной равномерной пластической деформации на 5, 7,5 и 10 %, после чего часть заготовок выдерживали в печи при температуре 150 и 250 °С в течение часа для определения влияния деформационного старения на прочностные характеристики металла. В дальнейшем из полученных заготовок изготавливали образцы на растяжение МИ-12 и ударную вязкость МИ-50.

Время после предварительной деформации плоских заготовок, выдержки их в печи

и проведении стандартных испытаний на растяжение и ударный изгиб составило 20 суток.

Результаты испытаний на растяжение образцов МИ-12, изготовленных из исследуемых заготовок, приведены в табл. 1. Определение деформации осуществлялось на базе 30 мм при помощи датчиков перемещения.



Рис. 5. Схема вырезки и расположение образцов

Т а б л и ц а 1. Прочностные характеристики исследуемой заготовки из стали 09Г2С-Ш после различных видов обработки

| Степень де- | σ ^(ε) , МПа | $σ_{\rm B}^{(ε)}$, ΜΠα | $\varepsilon_{_{\mathrm{B}}}^{(\varepsilon)}$,% | δ, % | $\sigma_{_B}^{^{\rm HCT}}$, |
|----------------------|------------------------|-------------------------|--|------|------------------------------|
| формирования, л | •,- | _ | _ | | МПа |
| $\varepsilon = 0$ | 280 | 450 | 0,190 | 39,1 | 535 |
| $\varepsilon = 5$ | 392 | 475 | 0,145 | 35,6 | 544 |
| ε = 7,5 | 435 | 483 | 0,106 | 28,6 | 534 |
| $\varepsilon = 10$ | 474 | 502 | 0,096 | 26,6 | 550 |
| ε = 5, 150 °С, 1 ч | 393 | 471 | 0,134 | 34,4 | 534 |
| ε = 7,5, 150 °С, 1 ч | 424 | 474 | 0,126 | 32,2 | 534 |
| ε = 10, 150 °С, 1 ч | 465 | 496 | 0,090 | 27,9 | 540 |
| ε = 5, 250 °C, 1 ч | 421 | 475 | 0,115 | 34,4 | 530 |
| ε = 7,5, 250 °С, 1 ч | 465 | 498 | 0,106 | 29,6 | 550 |
| ε = 10, 250 °С, 1 ч | 493 | 512 | 0,070 | 23,7 | 548 |

Как видно из табл.1, истинное напряжение $\sigma_{\rm B}^{\rm ист}$ в точке потери пластической устойчивости практически не зависит от предварительного деформирования и степени деформационного старения металла, что, в свою очередь, позволяет в дальнейшем несколько расширить область использования выражения (17) (в данном случае имеется в виду первая часть равенства $\sigma_{\rm B}(1 + \varepsilon_{\rm B}) = \sigma_{\rm B}^{(\varepsilon)}(1 + \varepsilon_{\rm B}^{(\varepsilon)})$.

Значения ударной вязкости образцов Шарпи по нижнему разбросу данных приведены в табл. 2.

На рис. 6 представлен график изменения ударной вязкости KV на верхнем шельфе в зависимости от степени предварительного деформирования ε , там же приведены расчетные значения по формуле (23) с учетом выражения (24). В связи с тем, что ударные испытания проводили на копре с запасом энергии 300 Дж, а вязкость разрушения KV образца Шарпи при $\varepsilon = 0$ % на верхнем шельфе значительно превысила это значение, расчетные

Таблица 2. Результаты ударных испытаний стали 09Г2С-Ш

AUTRAATCHEEGAR

| Степень деформи- рования, % | <i>KV</i> , Дж, при температуре, °С | | | | | | | | |
|-----------------------------------|-------------------------------------|-------|-------|-------|-------|-------|-----|--|--|
| | +20 | 0 | -20 | -30 | -40 | -60 | -80 | | |
| $\varepsilon = 0$ | >300 | >300 | >300 | 240 | 187,2 | 165,5 | 7,2 | | |
| $\varepsilon = 5$ | 293,4 | >300 | 216 | 184,2 | 175,2 | 18,6 | 6,0 | | |
| ε = 7,5 | 224,4 | 204 | 213,6 | 184,2 | 81,6 | 4,8 | 3,0 | | |
| $\varepsilon = 10$ | 201,6 | 283,8 | 192 | 153,6 | 4,8 | 4,8 | 4,8 | | |



Рис. 6. Изменение ударной вязкости *KV* образца Шарпи на верхнем шельфе в зависимости от степени предварительного деформирования

данные по формуле (23) приведены относительно экспериментальных данных при $\varepsilon = 5$ %.

Как видно из рис. 6, расчетные значения *KV* достаточно хорошо согласуются с экспериментальными, что свидетельствует о возможности использования данного подхода для корректировки требований к ударной вязкости на верхнем шельфе в случае возможного пластического деформирования элементов металлоконструкций.

Кроме того, обнаруженная слабая зависимость истинного напряжения $\sigma_B^{ист}$ в точке потери пластической устойчивости от предварительного деформирования и степени деформационного старения металла ($\sigma_B(1 + \varepsilon_B) \approx \sigma_B^{(\varepsilon)}(1 + \varepsilon_B^{(\varepsilon)})$) по всей видимости позволяет в дальнейшем несколько расширить область использования полученных выражений и на зону термического влияния сварных соединений.

Выводы

1. Получены аналитические зависимости, позволяющие оценить относительное изменение удельной работы зарождения и распространения вязкого разрушения в образцах Шарпи в зависимости от пластического деформирования ε , $\varepsilon_{\rm B}$ и структурного параметра *r*.

2. Предложено простое выражение для определения возможного снижения ударной вязкости образца Шарпи на верхнем шельфе в зависимости от величины пластического деформирования металлопроката.

- 1. Дядин В. П. Сопоставление значений ударной вязкости образцов Шарпи и Менаже при вязком разрушении // Автомат. сварка. 2004. № 4. С. 24–29.
- 2. Гиренко В. С. Расширение областей применения механики разрушения при оценке трещиностойкости элементов сварных конструкций в условиях статического нагружения: Автореф. дис. ... д-ра техн. наук. — Киев, 1997. — 35 с.
- Петерсон Р. Коэффициенты концентрации напряжений / Пер. с англ. И. А. Нечая, И. П. Сухарева, Б. Н. Ушакова. — М.: Мир, 1977. — 302 с.
- Лобанов Л. М., Гиренко В. С., Дядин В. П. Стандартные механические испытания и трещиностойкость элементов сварных конструкций в условиях статического нагружения // Механіка руйнування металів і міцність конструкцій. — Львів, 1999. — Т. 1, вип. 2.
- 5. *О старении* и оценке состояния металла эксплуатируемых магистральных трубопроводов / Б. Е. Патон, С. Е. Семенов, А. А. Рыбаков и др. // Автомат. сварка. — 2000. — № 7. — С. 3–12.
- Русинко К. Н. Теория пластичности и неустановившейся ползучести. — Львов: Вища шк., 1981. — 148 с.
- 7. Дядин В. П. Разработка метода оценки сопротивления материалов и сварных соединений стабильному росту трещин в условиях статического нагружения: Автореф. дис. ... канд. техн. наук. Киев, 1998. 20 с.
- Потак Я. М. Хрупкие разрушения стали и стальных деталей. — М., 1955. — 389 с.

An approach is proposed to evaluation of upper shelf impact toughness of a Charpy sample depending on the degree of plastic pre-deformation of metal rolled stock. The derived analytical dependencies have been analyzed, and the main parameters have been determined, characterizing their change. A simple engineering dependence is proposed, which allows evaluation of the change of upper shelf impact toughness of a Charpy sample depending on the degree of plastic deformation in fabrication and assembly of metal structure elements.

ALGURANTIFICIAR

Поступила в редакцию 29.09.2005