### Доклады Академии Наук СССР 1948. Том ЬХ, № 2

# ТЕХНИЧЕСКАЯ ФИЗИКА

#### м. в. якутович и ф. п. Рыбалко

# О РАСПРЕДЕЛЕНИИ ДЕФОРМАЦИИ ПО ДЛИНЕ ОБРАЗЦА ПРИ КРУЧЕНИИ

(Представлено академиком И. П. Бардиным 12 II 1943)

В тех случаях, когда методом растяжения или сжатия нельзя получить достаточно полных данных о поведении материала под нагрузкой, рядом авторов ( $^1$ ) предлагается применять метод кручения. К таким случаям в первую очередь относится определение пластичности высокопрочных сталей ( $^2$ ).

Обычно считают, что при кручении деформация распределяется равномерно по всей длине цилиндрического образца, вплоть до разрушения.

Однако между характеристиками пластичности, определяемыми по методу растяжения и кручения, существует определенное нессответствие, удовлетворительного объяснения которому до сих пор не найдено.

Экспериментально установлено, что рассчитанный из опытов растяжения максимальный сдвиг  $g_{\mathbf{k}}$  почти всегда больше максимального сдвига  $g_{\mathbf{k}}$ , определяемого при кручении, в то время как благодаря образованию шейки это соотношение скорее должно быть обратным.

Из данных, приведенных в работе Я. Б. Фридмана и Т. А. Володиной (2) для стали "хромансиль", получается, что для некоторых температур отпуска  $g_{\mathbf{p}}$  в три раза превосходит значения  $g_{\mathbf{k}}$ . Авторы высказывают неподтвержденное экспериментом предположение, что эту разницу можно объяснить образованием при растяжении текстуры деформации, отличной от текстуры, образующейся при кручении.

Установленное различие в пластичности находит простое объяснение, если деформация при кручении распределяется неравномерно по длине образца.

Проведенные нами опыты по деформации кручением цилиндрических образцов показали, что для некоторых материалов и их состояний наблюдается локализация деформации в зоне, прилегающей к поверхности разрушения.

На рис. 1 представлена кривая распределения сдвига по длине образца, полученная из опытов, проведенных на стали марки 45-ХНМФА, закаленной с температуры 880° С и отпущенной при 460°.

Из рисунка ясно видно, что среднее значение сдвига (пунктирная линия), полученное без учета локализации, в 7 раз меньше максимального значения сдвига, определенного в области разрушения.

На рис. 2 представлена аналогичная кривая для гораздо более пластичного материала — латуни 70-30. В этом случае максимальное значение сдвига в месте разрушения превышает среднее значение в в 1,7 раза.

3 =

Постоянство диаметра по длине образцов в обоих случаях было

обеспечено с точностью до  $0.2^{0}/_{0}$ .

Исходя из полученных результатов, можно предполагать, что максимальный сдвиг  $g_{\mathbf{k}}$ , определяемый без учета локализации деформации, является средним сдвигом при кручении, в то время как при растяжении определяется сдвиг, характеризующий максимальную деформацию в шейке.

Повидимому, существующее неравенство  $g_{\mathbf{p}} > g_{\mathbf{k}}$  является характеристикой способности материала к локализации деформации в зоне

разрушения при испытании кручением.

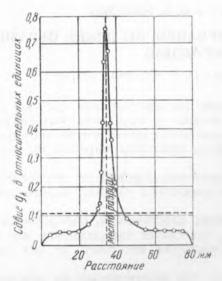


Рис. 1. Кривая распределения сдвига при кручении  $(g_k)$  по длине образца. Сталь марки 45-ХНМФА

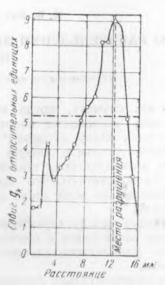


Рис. 2. Кривая распределения сдвига при кручении  $(g_{\mathbf{k}})$  по длине образца для латуни

Локальная деформация устойчива в том случае, когда производная от обобщенной деформирующей силы по обобщенной деформации имеет отрицательный знак ».

При растяжении этог момент наступает после перехода за максимум растягивающего усилия. Основной причиной спадания силы в этом случае считается уменьшение поперечного сечения образца при

пастяжении

При испытании же цилиндрического образца кручением поперечное сечение его не изменяется. В этом случае крутящий момент может уменьшиться с увеличением угла закручивания по причине разрыхления материала при его пластическом деформировании, или в случае очень сильной зависимости деформирующего напряжения от температуры (3), а также при прохождении некоторых фазовых превращений, стимулирующихся пластической деформацией.

Представленные на рис. 1 и 2 диаграммы огносятся к материалам и условиям опыта, когда причиной устойчивости локальной пластической деформации могла быть только первая из вышеперечисленных.

<sup>\*</sup> Это положение справедливо для деформирования при низких температурах, когда можно пренебречь зависимостью деформирующего напряжения от скорости деформации и когда при деформации в материале образца не происходит фазовых превращений.

Наблюденная нами неравномерность распределения деформации по длине образца при кручении показывает, что данные о пластичности металлов, полученные из результатов испытания кручением, должны быть пересмотрены, а в дальнейшем испытания кручением должны проводиться с учетом возможности возникновения локализации деформации в зоне разрушения.

Институт физики металлов Уральского филиала Академии Наук СССР Свердловск Поступило 9 II 1948

### ЦИТИРОВАННАЯ ЛИТЕРАТУРА

<sup>1</sup> Н. Н. Давиденков, Metals Progress, 30, 55 (1936); Г. А. Смирнов-Аляев, Сб. Экспериментальные методы определения напряжений и деформаций в упругой и пластической зонах, стр. 298, 1935; Я. Б. Фридман, Механические свойства металлов, 1946; ДАН, 55, № 9 (1947). <sup>2</sup> Я. Б. Фридман и Т. А. Володина, ДАН, 48, № 8 (1945); Зав. лабор., 13, № 9-10 (1946). <sup>3</sup> К. Zener и. Ноllomon, J. Appl. Phys., 15, 22 (1944).