

## СВЯЗЬ ПЛОТНОСТИ ДИСЛОКАЦИЙ С ЛОКАЛЬНЫМИ ЗНАЧЕНИЯМИ ДЕФОРМАЦИИ ПРИ ОДНОСИСТЕМНОМ СКОЛЬЖЕНИИ В ЩЕЛОЧНО-ГАЛОИДНЫХ КРИСТАЛЛАХ

М. В. Галусташвили, Д. Г. Дрияев, И. А. Политов,  
З. К. Саралидзе

В настоящей работе предлагается новый способ деформирования монокристаллов путем чистого сдвига по одной системе скольжения, который дает возможность установить зависимости между некоторыми параметрами, характеризующими механические свойства кристалла и его дефектную структуру, из результатов измерений, выполненных на одном образце при его однократном деформировании.<sup>1</sup>

На рис. 1 приведена схема устройства для деформирования путем чистого сдвига щелочно-галюидных кристаллов, в которых скольжение происходит по  $\{110\} \langle 110 \rangle$ . При действии на пуансон сжимающего усилия

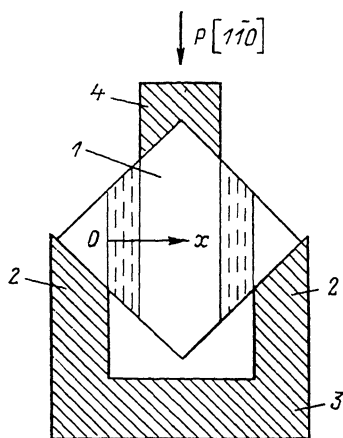


Рис. 1. Схема устройства для деформирования щелочно-галюидных монокристаллов чистым сдвигом по одной системе скольжения  $\{110\}$ .

1 — образец, 2 — стойки, 3 — опора, 4 — пуансон.

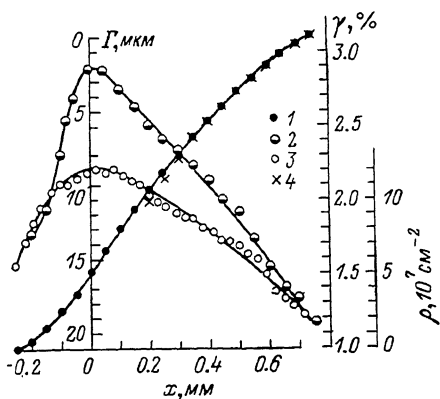


Рис. 2. Зависимость сдвига  $\Gamma$  по плоскостям  $\{110\}$ , локальной сдвиговой деформации  $\gamma$  и плотности дислокаций  $\rho$  от координаты  $x$  в кристаллах LiF.

1 —  $\Gamma$ , 2 —  $\gamma$ , 3 —  $\rho$ , 4 — значения функции  $\Gamma(x)$ , вычисленные по формуле (3).

в направлении  $[1\bar{1}0]$  часть кристалла, прилегающая к пуансону, сдвигается относительно той части, которая опирается на стойки, причем при достаточно хорошей квадратной форме образца деформация представляет собой чистый сдвиг по плоскостям скольжения  $\{110\}$  и сосредоточена в двух узких зонах, ширина которых определяется зазором между краем пуансона и стойки.

Для определения величины сдвиговой деформации на грань  $(001)$  кристалла вдоль оси  $x$  наносилась тонкая царапина, перпендикулярная активной системе скольжения  $\{110\}$ . Обусловленное деформацией смещение царапины измерялось в микроскопе и тем самым определялась зависимость сдвига  $\Gamma(x)$  по плоскостям  $\{110\}$  от координаты  $x$ . Распределение по координате локальной сдвиговой деформации  $\gamma(x)$  было получено графическим дифференцированием зависимости  $\Gamma(x)$ .

<sup>1</sup> Этот метод отличается от предложенных в [1, 2].

Распределение сдвигового напряжения  $\tau$  по ширине деформируемой зоны определяется выражением

$$\tau(x) = \frac{\tau(0)}{1 + x/a}, \quad (1)$$

где  $\tau(0)$  — сдвиговое напряжение в сечении  $x=0$ ,  $a$  — полувысота деформируемой зоны в этом же сечении (рис. 1).

Очевидно, что при значении максимального сдвигового напряжения, превышающего предел текучести  $\tau_0$  ( $\tau \equiv \tau(0) > \tau_0$ ), полоса деформации может расширяться до значения  $x=x_m$ , определяемого уравнением (1).<sup>2</sup> В конце расширяющейся полосы локальная сдвиговая деформация будет иметь минимальное значение  $\gamma_0 = \gamma(x_m) = \gamma(\tau_0)$ . Если считать, что при увеличении локальной деформации имеет место линейное деформационное упрочнение, т. е.  $\gamma(\tau) = \gamma_0 + (\tau - \tau_0)/k$ , где  $k = d\tau/d\varepsilon$  — коэффициент деформационного упрочнения, то локальная сдвиговая деформация  $\gamma$  и величина  $\Gamma$  как функции  $x$  будут иметь вид

$$\gamma(x) = \gamma_0 + \frac{\tau_0}{k} \frac{x_m - x}{a + x}, \quad (2)$$

$$\Gamma(x) = \left| \int_{x_m}^x \gamma(x) dx \right| = \gamma_0(x_m - x) + \frac{\tau_0}{k} \left[ (a + x_m) \ln \frac{a + x_m}{a + x} - (x_m - x) \right]. \quad (3)$$

Деформация (2), соответствующая распределению напряжений (1), должна быть монотонной функцией  $x$  и меняться от минимального значения  $\gamma_0$  в конце расширяющейся полосы ( $x=x_m$ ), до максимального значения  $\gamma_0 + \tau_0 x_m/ka$  в сечении  $x=0$  с максимальным  $\tau$ .

На самом деле, как показывает эксперимент,  $\gamma(x)$ , как и плотность дислокации  $\rho(x)$ , не являются монотонной функцией  $x$ . Более того, характер деформации кристалла не полностью соответствует существованию единственной полосы скольжения, постепенно расширяющейся только в одну сторону. Почти всегда появляются полосы, опережающие фронт распространения основной полосы. Кроме того, деформация, как правило, заходит в область с  $x < 0$ . Вследствие этого зависимости  $\gamma(x)$  и  $\rho(x)$  содержат достаточно хорошо скоррелированные осцилляции, а усредненные зависимости, полученные после линейного сглаживания, обладают четко выраженным максимумом вблизи  $x=0$  (рис. 2). Причиной этих отклонений могут быть как естественный разброс критического скалывающего напряжения в различных сечениях образца, так и ненулевые напряжения, возникающие в области  $x < 0$  и быстро спадающие при удалении от сечения  $x=0$ .

Из вышесказанного следует, что теоретические зависимости (2) и (3) могут удовлетворительно описывать только усредненные экспериментальные зависимости  $\Gamma(x)$  и  $\gamma(x)$  вдали от сечения  $x=0$ .

Определив из рис. 2  $\gamma_0$  и производную  $d\gamma/dx$  в точке  $x=x_m$ , а по диаграмме растяжения  $\tau_0$  и измерив непосредственно на кристалле  $x_m$  и  $a$ , можно вычислить коэффициент деформационного упрочнения

$$k = \frac{\tau_0}{(a + x_m)(d\gamma/dx)_{x_m}}.$$

На рис. 2 крестиками представлены значения функции  $\Gamma(x)$ , которые вычислены по формуле (3) с использованием для входящих в нее параметров величин, найденных из экспериментальной кривой и диаграммы растяжения. Хорошее совпадение этих точек с экспериментальной зависимостью  $\Gamma(x)$  при значениях  $x$ , близких  $x_m$ , говорит о том, что значения параметров  $\gamma_0 = 1.2 \cdot 10^{-2}$  и  $k = 4.9 \text{ кГ/мм}^2$ , определенные из эксперимента, должны быть вполне надежными.

<sup>2</sup> В основу этих рассуждений легла схема деформации, предложенная в [3].

Исключив  $x$  из зависимостей  $\gamma(x)$  и  $\rho(x)$ , можно получить зависимость плотности дислокаций  $\rho$  от величины локальной деформации  $\gamma$ . Анализ зависимости  $\rho(\gamma)$  показывает, что между приращением деформации  $\gamma - \gamma_0$  и плотности дислокаций  $\rho - \rho_0$  существует простая функциональная связь:  $\rho - \rho_0 = c(\gamma - \gamma_0)$  с численным значением константы  $c = 6 \cdot 10^9 \text{ см}^{-2}$  (здесь  $\rho_0$  — начальная плотность дислокаций).

Таким образом, для сравнительно малых пластических деформаций в процессе деформационного упрочнения плотность дислокаций является линейной функцией деформации, а прирост плотности дислокаций увеличивается пропорционально соответствующему приросту деформации.

#### Л и т е р а т у р а

- [1] Смирнов Б. И. ФТТ, 1968, т. 10, № 9, с. 2689—2696.  
[2] Иоффе А. Ф. Физика кристаллов. М.—Л.: ГИЗ, 1929. 192 с.  
[3] Смирнов Б. И. Дислокационная структура и упрочнение кристаллов. Л.: Наука, 1981. 236 с.

Институт физики АН ГССР  
Тбилиси

Поступило в Редакцию  
2 октября 1987 г.  
В окончательной редакции  
15 декабря 1987 г.

УДК 539.2; 539.292

Физика твердого тела, том 30, в. 5, 1988  
Solid State Physics, vol. 30, № 5, 1988

## ОБНАРУЖЕНИЕ УВЛЕЧЕНИЯ ЭЛЕКТРОНОВ НЕРАВНОВЕСНЫМИ ФОНОНАМИ В МЕТАЛЛИЧЕСКИХ ГЕТЕРОКОНТАКТАХ

Ю. Г. Найдюк, И. К. Янсон

В металлических контактах, размер которых  $d \ll l_i, l_{э-ф}$  ( $l_i, l_{э-ф}$  — длины импульсной и энергетической релаксации электронов), при протекании тока устанавливается сильно неравновесное распределение электронов. Оно характеризуется наличием энергизованной на величину  $eV$  ( $V$  — напряжение на контакте,  $e$  — заряд электрона) группы электронов, релаксация которых приводит к интенсивной генерации фононов в области контакта [1]. Эти процессы определяют нелинейную добавку к вольт-амперной характеристике (ВАХ) контакта, изучение которой позволяет восстанавливать функцию электрон-фононного взаимодействия (ЭФВ) в металле [2]. Данный метод изучения ЭФВ получил название микроконтактной спектроскопии. Поскольку микроконтакт является источником неравновесных фононов, то при условии  $l_r < d$  ( $l_r$  — длина упругого рассеяния фононов) они накапливаются в области сужения. Перерасеяние (реабсорбция) электронным потоком неравновесных фононов [3] приводит к появлению на микроконтактных (МК) спектрах наряду с максимумами, соответствующими ЭФВ, так называемого фона при энергиях  $eV$ , больших дебаевской. При диффузионном движении фононов в контакте ( $l_r \ll d$ ) направление их дрейфа определяется градиентом концентрации и происходит из области контакта в глубь металла (см. рисунок). Это приводит к увлечению электронов неравновесными фононами и в случае гетероконтакта — к асимметрии ВАХ и МК спектров в зависимости от полярности приложенного напряжения [4]. В гомоконтакте ускорение электронного потока за счет увлечения фононов в одном берегу контакта будет в точности компенсировано его замедлением в противоположном берегу, и спектр остается симметричным относительно полярности напряжения.