

зарождением и ростом двойников или новых зёрен (при рекристаллизации или фазовом превращении).

Атомная структура ядер дислокаций, точечных и поверхностных Д. наблюдалась с помощью автоионного микроскопа (см. Ионный проектор), методами электронной микроскопии и др. Дифракционные методы (электронография, рентгеновский структурный анализ, нейтронография структурная) используются для определения атомных конфигураций ядер и упругих полей Д. Ряд деталей установлен моделированием на ЭВМ.

**Влияние Д. на свойства кристаллов.** Д. влияют практически на все свойства кристалла. Всёцело определяются ими т. н. структурно-чувствительные свойства: диффузионные явления (движение точечных Д.), пластичность (движение дислокаций и точечных Д.), разрушение (зарождение и рост трещин при объединении дислокаций), рекристаллизация, двойникование, фазовые превращения (движение межзёренных и межфазовых границ), радиационные явления (изменения свойств кристаллов под действием быстрых частиц, создающих точечные Д.), электрические, оптические и др. свойства, обусловленные взаимодействием носителей заряда с Д.

В атомной структуре аморфных твёрдых тел (стеклах, аморфных металлах и сплавах, аморфных и стеклообразных полупроводниках) наблюдаются области размером  $\sim a$  с аномальным взаимным расположением и плотностью атомов, обладающие собств. внутр. напряжениями, избыточным объёмом, подвижностью, т. е. рядом свойств точечных Д. и дислокаций.

Лит.: Ван Бурен, Дефекты в кристаллах, пер. с англ., М., 1962; Дамаска А., Динис Дж., Точечные дефекты в металлах, пер. с англ., М., 1966; Хирт Дж., Лоте И., Теория дислокаций, пер. с англ., М., 1972; Келли А., Гровс Г., Кристаллография и дефекты в кристаллах, пер. с англ., М., 1974; Стоунхэм А. М., Теория дефектов в твёрдых телах, пер. с англ., т. 1—2, М., 1978; Современная кристаллография, под ред. Б. К. Вайнштейна, т. 2, М., 1979, гл. 5; Орлов А. Н., Введение в теорию дефектов в кристаллах, М., 1983; Орлов А. Н., Трушин Ю. В., Энергии точечных дефектов в металлах, М., 1983.

**А. Н. Орлов.** **ДЕФЕКТЫ УПАКОВКИ** — ошибки в порядке чередования плотноупакованных плоскостей кристалла.

Атомные структуры ряда кристаллов можно представить в виде плотных шаровых упаковок. На рис. а представлен двумерный плотноупакованный слой шаров одинакового размера; второй такой слой можно расположить над первым двояко: шары укладываются в лунках типа *B* (упаковки типа *AB*) либо в лунках типа *C* (типа *AC*; рис., б). Третий слой можно расположить либо так, чтобы центры его шаров поместились над центрами шаров *A*, либо в лунках типа *C*. В первом случае получим двухслойную упаковку *ABA*..., во втором — трёхслойную *ABCABC...* (4-й слой распола-

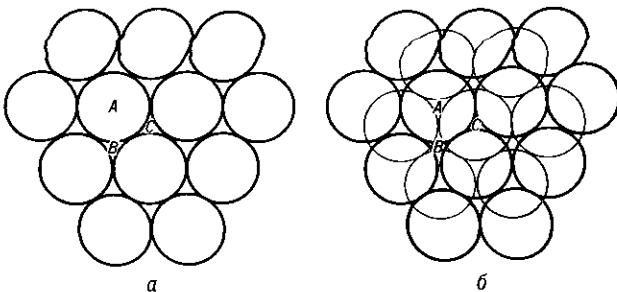


Рис. а — плотнейшая упаковка шаров в плоском слое, *A* — центр шара; б — два плотноупакованных слоя шаров (*AC*).

гается над 2-м либо над 1-м и т. д.). Первый тип упаковки реализуется в гексагональных плотноупакованных (ГПУ) структурах ( $Mg$ ,  $Zn$ ,  $\alpha$ - $Co$ ), второй — в кубич. металлах ( $Ag$ ,  $Au$ ,  $\beta$ - $Co$ ) с гранецентрир. решёткой (ГЦК), а также в полупроводниках ( $Ge$ ,  $Si$ ,  $GaAs$ ,  $PbS$  и т. д.).

В идеальных кристаллах все плотноупакованные слои (плоскости) расположены в строгом порядке, образуя периодич. последовательности. Однако в реальных кристаллах часто (особенно при пластич. деформации, фазовых переходах или в процессе роста) возникают ошибки в расположении слоёв, напр. вместо последовательности *ABCABC...* может образоваться последовательность *ABCBCABC...*; здесь из периодич. структуры удалена одна из плоскостей типа *A*, такой дефект наз. Д. у. в читании. Обратный случай, когда в последовательность плоскостей вставляется лишняя плоскость, называется Д. у. в недрении (*ABCABC*... $\uparrow C$ *BCABC...*) или двойным Д. у. (можно считать, что изъято две плоскости). В гексагональной двухслойной упаковке простой Д. у. выглядит как *ABAABC...*, двойной Д. у. — как *ABAABC*... $\uparrow C$ *BCB...*

Д. у. могут образоваться в результате неоднородного распределения вакансий (Д. у. вычитания) либо междууровневых атомов (Д. у. внедрения). В этих случаях Д. у. не выходят на боковую поверхность кристалла, а обрываются внутри его. При этом края Д. у. образуют линейные дефекты, наз. частичными дислокациями. Д. у. вычитания может образоваться и при сдвиге одной части кристалла (напр., верхней) относительно нижней. Действительно, если все атомы (типа *B*) верх. слоя (и всех вышележащих) сместятся в положение *C*, то вместо последовательности *ABCABC*...*ABC...* получим *ABCABC*... $\uparrow C$ *ABC...* (при перемещении слоя *B* в положение *C* расположенные на нём слои также перемещаются: *C* — — *A*; *A* — — *B*). Для получения двойного Д. у. необходимо произвести 2 последовательн. сдвига:

$\overbrace{ABCABC...}^I - - \overbrace{ABCABCABC...}^{II} - - \overbrace{ABCABCABC...}^{III}$

Так образуются Д. у. в процессе пластич. деформации и при фазовых превращениях.

При образовании Д. у. в кристаллах как бы возникают области не свойственной им структуры. Так, в случае Д. у. вычитания *ABCABC*... в кубич. кристалле оказываются 4 слоя (*BCBC*), уложенных по закону

Вещество	Al	Fe <sub>3</sub> Al	Co	Ni	Cu	Cu <sub>3</sub> Zn	Ag	Si	Графит	AlN
$\mathcal{E}$ , эрг/см <sup>2</sup>	170	500	20	150	40	7	25	40—50	0,51	4

гексагональной упаковки. Это приводит к увеличению энергии кристалла на небольшую величину, наз. энергии Д. у. Очевидно, что чем меньше энергия Д. у., тем больше вероятность их образования (табл.).

Д. у. тесно связаны с двойникованиями кристалла. Так, если Д. у. образуются между каждой парой плоскостей в одной из половин ГЦК-кристалла, то это эквивалентно образованию пары двойников с плоскостью двойникования, проходящей, напр., по слою *C*: *ABCABC*... $\uparrow C$ *ABCABC*... Простой Д. у. вычитания можно рассматривать как пару параллельных и прилегающих плоскостей двойникования *ABCABC*... $\uparrow C$ *ABCABC*..., представляющих собой двойниковую прослойку мин. толщины. Д. у. дают на электронных микрофотографиях характерный контраст в виде чётких прямолинейных полос (если они нормальны к поверхности фольги) либо в виде светлых (Д. у. вычитания) или тёмных (Д. у. внедрения) пятен.

Лит.: Рид В., Дислокация в кристаллах, пер. с англ., М., 1957; Ван Бурен, Дефекты в кристаллах, пер. с англ., М., 1962; Фордэль Ж., Дислокации, пер. с англ., М., 1967; Современная кристаллография, под ред. Б. К. Вайнштейна, т. 2, М., 1979, гл. 3.

**ДЕФОРМАЦИОННЫЕ КОЛЕБАНИЯ** — нормальные колебания многоатомных молекул, осн. вклад в к-рые вносят деформации валентных углов. Д. к. органич.