## Низкотемпературная пластичность и динамика решетки твердого параводорода с изотопической примесью

© Л.А. Алексеева, Е.С. Сыркин, Л.А. Ващенко

Физико-технический институт низких температур Национальной академии наук Украины, 61103 Харьков, Украина

E-mail: alekseeva@ilt.kharkov.ua

(Поступила в Редакцию 31 июля 2002 г. В окончательной редакции 1 октября 2002 г.)

> Исследованы особенности низкотемпературной пластической деформации твердого поликристаллического параводорода, легированного изотопической примесью (дейтерием). Получены зависимости скорости установившейся ползучести p-H<sub>2</sub> от концентрации примеси и напряжения. Процесс деформации p-H<sub>2</sub> описан с привлечением нулевых среднеквадратичных смещений образующих кристалл частиц. Сравнение теоретически вычисленных и экспериментально полученных величин  $\langle x^2 \rangle$  проведено для двух возможных изотопных форм молекул (а именно HD и D<sub>2</sub>) при трех уровнях напряжения. Установлена корреляция величин  $\langle x^2 \rangle$  с увеличением силовых констант p-H<sub>2</sub>, легированного изотопической примесью. Обсуждается рост среднеквадратичных смещений p-H<sub>2</sub> в кристалле с ростом растягивающей нагрузки. Высказывается предположение о "деформационном очищении" кристалла p-H<sub>2</sub> от изотопической примеси.

Твердый параводород являет собой пример уникального кристаллического вещества, обладающего достаточно высокой степенью квантовости (см., например, [1]), которая, однако, может легко подавляться контролируемым образом [2–4]. Большая энергия нулевых колебаний  $H_2$ полностью определяет динамику его решетки и кинетику деформации, а также динамику дислокационной подсистемы, причем во всей области существования кристалла, поскольку его температура кристаллизации много ниже дебаевской температуры  $\Theta$  (см. [1]).

Проявлению квантовых туннельных эффектов в пластичности твердого параводорода препятствуют, в частности, локальные несовершенства кристаллов — присутствие в них даже в сравнительно небольших количествах примесных молекул ортоводорода или дейтерия.

Наиболее радикально подавляет квантово-механические особенности изотопическая примесь. Поэтому вопрос о ее влиянии на кинетику деформации параводорода относится к фундаментальным проблемам физики квантовых кристаллов. В этой связи прогресс в исследовании пластических и прочностных свойств *p*-H<sub>2</sub> тесно связан с расширением объема экспериментально полученной информации относительно влияния изотопической примеси на параметры деформации.

В настоящей работе исследовано влияние изотопической примеси на низкотемпературные пластические свойства твердого параводорода. Измерены концентрационные зависимости скорости  $\dot{\varepsilon}$  его деформации в режиме установившейся ползучести под действием постоянно приложенного к образцам напряжения  $\sigma$  при температурах жидкого гелия. В дополнение к работе [5], в которой обнаружено влияние примеси дейтерия на скорость стационарного течения  $\dot{\varepsilon}$  *p*-H<sub>2</sub> только при одном уровне напряжения  $\sigma$ , здесь величины  $\dot{\varepsilon}$  измерены при варьировании не только содержания тяжелого изотопа H<sub>2</sub> в образцах, но и величины приложенной к кристаллам нагрузки. Полученные результаты про-

анализированы с учетом теоретических расчетов температурных зависимостей среднеквадратичных смещений частиц. На основании такого анализа делается вывод о характере и величине изменения межмолекулярного взаимодействия в твердом *p*-H<sub>2</sub> с примесью молекул его стабильных изотопных форм.

## 1. Методика эксперимента

Исследование проведено на поликристаллических образцах p-H<sub>2</sub>. Образцы выращивались в ампуле криостата [6] из жидкой фазы параводорода. Концентрация ортомодификации была понижена до ~ 0.2% в результате длительного выдерживания нормального водорода в конверторе в присутствии катализатора конверсии Fe(OH)<sub>3</sub> при температуре кипения. С целью очистки от неводородных примесей напускаемый в конверторе газообразный водород пропускался через охлажденный до температуры кипения азота активированный уголь, а отбираемые над жидким *p*-H<sub>2</sub> пары — через находящийся при 20.4 К фильтр с высокой избирательностью по Н2. В результате селективности фильтра чистота исследованного *p*-H<sub>2</sub> относительно посторонних примесей значительно увеличивалась (с учетом предельно низкой [7] упругости пара неводородных примесей — не менее чем до 99.9999 mol.% (см. [5])).

Поскольку водород характеризуется наибольшей относительной разностью масс изотопных разновидностей с заметно различающимся давлением насыщенных паров над жидкими фракциями [7], в результате различия парциального давления изотопа и  $H_2$  в процессе начального медленного отбора газа для выращивания образцов происходило его естественное обеднение менее летучим изотопом и обогащение более летучим основным компонентом (см., например, [8]). Концентрирование менее летучего изотопа в жидкой фазе и соответственно в парах молекулярного p-H<sub>2</sub> приводило к росту концентрации изотопической примеси в каждом выращенном последующем твердом параводородном образце по отношению к предыдущему. Это подтверждено анализами изотопных проб, выполненными с помощью масс-спектрометров (типа POMC-1, г. Харьков; МХ-7304, г. Сумы). Из них следовало, что отношение числа атомов D к числу протонов H изменялось от образца к образцу от  $c = 0.01\% \pm 0.005$  at. % до  $c = 0.2 \pm 0.002$  at. %.

Выращенные образцы освобождались от стенок заключающего их контейнера посредством откачки паров над ними, отжигались вблизи T = 11 К и медленно охлаждались до заданной температуры. Их нагружение осуществлялось весами высокой чувствительности. Удлинение кристаллов измерялось индуктивным датчиком перемещения с точностью  $\pm 10^{-4}$  сm, температура — полупроводниковыми термометрами сопротивления с точностью  $\pm 2 \cdot 10^{-2}$  К. Изменение деформации  $\varepsilon$  во времени *t* непрерывно записывалось автоматическим электронным потенциометром КСП4. Поликристалличность образцов (размер зерен до 1.5 mm) подтверждалась их визуальным наблюдением в скрещенных поляроидах. Температура варьировалась в интервале 1.8–4.2 К.

## 2. Экспериментальные результаты и их обсуждение

На рис. 1 приведены типичные кривые ползучести  $\varepsilon(t)$ поликристаллических образцов *p*-H<sub>2</sub>, полученные при напряжении 53.9 kPa для трех различных концентраций c (0.01, 0.04, 0.22%). Видно, что изменение концентрации существенно влияет на характер кривых  $\varepsilon(t)$  и на определяемые из них параметры пластичности. Из рис. 1 следует, что уменьшение значений с приводит к росту достигаемой за один и тот же период времени при  $\sigma = \text{const}$  величины деформации *p*-H<sub>2</sub>, а также к значительному сокращению времени, по истечении которого поликристаллы *p*-H<sub>2</sub> оказываются в режиме стационарного пластического течения с неменяющейся во времени величиной производной  $d\varepsilon/dt$ . Из рис. 1 также следует, что по мере уменьшения величины с скорость деформации є кристаллов р-Н2 на стадии установившейся ползучести существенно возрастает и достигает предельно высоких значений на нижней границе исследованного концентрационного интервала c = 0.01%.

Эксперименты, проведенные на тождественных по изотопному составу образцах при разных температурах, показали, что на фоне резкой зависимости скорости деформации p-H<sub>2</sub> от содержания в нем изотопической примеси величина  $\dot{\varepsilon}$ , измеренная для большого набора значений концентрации при одинаковой нагрузке, во всем изученном интервале  $\sigma$ , c и T оказалась практически не зависящей от температуры. Эту особенность иллюстрирует рис. 2, на котором для одной из нагрузок ( $\sigma = 53.9$  kPa) представлены значения  $\dot{\varepsilon}$ , полученные для образцов p-H<sub>2</sub> с различным содержанием D/H. Для



**Рис. 1.** Кривые ползучести образцов *p*-H<sub>2</sub>, полученные для указанных на рисунке значений концентрации c ( $\sigma = 53.9$  kPa, T = 1.8 K).



**Рис. 2.** Температурные зависимости скорости ползучести *p*-H<sub>2</sub>, полученные для напряжения  $\sigma = 53.9$  kPa при указанных на рисунке значениях *c*. Сплошная кривая — данные [6] для поликристаллов *n*-H<sub>2</sub> (см. в тексте).

сравнения в виде сплошной кривой показана температурная зависимость  $\dot{\varepsilon}(T)$  скорости ползучести, измеренная в [6] примерно для той же величины  $\sigma$  (58.8 kPa) в случае поликристаллов *n*-H<sub>2</sub> (75% орто-H<sub>2</sub>). Видно, что изменение температуры более чем вдвое от 1.8 до 4.2 К практически не приводит к изменению величины  $\dot{\varepsilon}$ , поэтому ее влиянием на низкотемпературные величины  $\dot{\varepsilon}$  по сравнению с влиянием примеси можно пренебречь.

Полученные в экспериментах зависимости, таким образом, указывают на решающую роль примесных молекул тяжелого изотопа водорода в развитии деформации p-H<sub>2</sub> под действием постоянно приложенного напряжения. При этом наблюдается значительное упрочнение p-H<sub>2</sub> уже при слабом легировании. При введении в параводород сравнительно небольшого количества изотопической примеси (по числу атомов D/H ~ 0.2%) значения скорости  $\dot{\varepsilon}$  стационарного течения образцов поликристаллического p-H<sub>2</sub> приближаются по величине к характерным для поликристаллов водорода нормального орто-пара состава (75% o-H<sub>2</sub>). Наблюдаемое влияние изотопической примеси на скорость  $\dot{\varepsilon}$  аналогично влиянию на другие физические величины, в частности, на коэффициент теплопроводности H<sub>2</sub> [9].

Проведенные эксперименты показали, что скорость стационарного пластического течения p-H<sub>2</sub> в интервале гелиевых температур 1.8–4.2 К оказалась величиной, чрезвычайно чувствительной к содержанию в образцах изотопов. Резкая зависимость скорости ползучести  $\dot{\varepsilon}$  p-H<sub>2</sub> от концентрации изотопической примеси указывает на то, что регистрируемые для  $\sigma$  = const низкотемпературные значения  $\dot{\varepsilon}$  обусловлены взаимодействием дислокаций с примесными молекулами. Практическая независимость  $\dot{\varepsilon}$  от температуры, реализованная на фоне резкой чувствительности  $\dot{\varepsilon}$  к содержанию изотопической примеси, свидетельствует от том, что в процессах открепления дислокаций от примесных центров основную роль в p-H<sub>2</sub> играют не термические, а квантовые флуктуации [10].

Скорость пластической деформации в зависимости от температуры в ряду криокристаллов (включая p-H<sub>2</sub> [11]) может быть представлена в пределе  $T \rightarrow 0$  K в форме закона соответственных состояний [12]

$$\dot{\varepsilon} \sim f(\langle x_0^2 \rangle / \langle x_m^2 \rangle). \tag{1}$$

Величины  $\dot{\varepsilon}$  при этом определяются относительным уровнем нулевых среднеквадратичных смещений  $\langle x_0^2 \rangle$  образующих криокристалл частиц. Опираясь на закон соответственных состояний [12], скорость ползучести твердых растворов на основе *p*-H<sub>2</sub> для области низких температур можно записать (с точностью до константы, примерно равной единице) с помощью выражения аррениусовского типа

$$\dot{\varepsilon} = \dot{\varepsilon}_0 \exp\left(-\frac{U - \gamma\sigma}{(\langle x_0^2 \rangle / \langle x_m^2 \rangle) k T_m}\right),\tag{2}$$

где  $\langle x_0^2 \rangle$ ,  $\langle x_m^2 \rangle$  — среднеквадратичные смещения частиц при 0 К и температуре плавления  $T_m$ . Это выражение предполагает протекание деформации посредством направленного, инициируемого напряжением  $\sigma$  потока

**Рис. 3.** Концентрационные зависимости скорости ползучести *p*-H<sub>2</sub> в полулогарифмических координатах, полученные для разных значений приложенного напряжения: *I* — 16.7, *2* — 53.9 [5], *3* — 99.0 kPa.

дислокаций через седловую точку барьера U, обусловленного в данном случае упругими напряжениями, возникающими в решетке *p*-H<sub>2</sub> из-за размерного несоответствия примесных и матричных молекул. Связанная с напряжением  $\sigma$  энергия определяется также размером  $\gamma$ активационного объема кристалла, в котором разыгрывается элементарный акт деформации. Зависимость величины у от концентрации примесей определяет поведение скорости *і*: в зависимости от концентрации примесных молекул. С их появлением в кристалле прямолинейное положение дислокации оказывается нестабильным. Она принимает сложную зигзагообразную форму, которая обеспечивает выигрыш в энергии связи дислокации с примесными молекулами при проигрыше в энергии линейного натяжения и увеличении ее длины [13]. Поэтому уже на ранних стадиях деформации исследованного *p*-H<sub>2</sub> в нем начинают превалировать дислокационные конфигурации в виде сегментов, "зависших" на примесях. В этом случае для классических (например, металлических) кристаллов при описании поведения параметров пластичности теория указывает (см. [14–16]) на необходимость учета вероятности прохождения дислокаций через образованный примесью барьер из-за наличия распределения дислокационных сегментов по их длинам.

На рис. З в полулогарифмической шкале представлены концентрационные зависимости скорости установившейся ползучести образцов *p*-H<sub>2</sub> для трех разных значений приложенного напряжения (16.7, 53.9 и 99 kPa). Имея в виду теоретические результаты [16], мы выбрали в качестве абсциссы произведение  $(c^{-2/3}\sigma)$ . Из рис. З видно, что все три полученные зависимости  $\ln \dot{\varepsilon} = f(c^{-2/3}\sigma)$  характеризуются наличием протяженных прямолиней-

Экспериментально найденные величины нормированных нулевых среднеквадратичных смещений  $\overline{\delta_0^2}(\exp)$  в *p*-H<sub>2</sub> для трех растягивающих напряжений

Молекула	$(\Delta V/V)$	Величина	$\sigma,$ kPa		
			16.7	53.9	99.0
HD	-0.068	$\overline{\delta_0^2}(\exp)$ , HD	0.628	0.837	1.004
$D_2$	-0.138	$\overline{\delta_0^2}(exp), D_2$	0.496	0.661	0.794

ных участков, что указывает на решающую роль для деформации p-H<sub>2</sub> примесных молекул, находящихся в объеме кристалла [17]. Отклонение от прямой в области малых c обусловлено включением при больших скоростях движения дислокаций механизмов торможения, определяемых наличием в образцах остаточной примеси o-H<sub>2</sub>. При этом на эффективную длину свободного пробега дислокаций могут влиять как одиночные ортомолекулы, так и их кластеры [18] (для ортосодержания  $\sim 0.2\%$ в основном парные [19]). По характеру взаимодействия с дислокацией они мало отличаются от обычной дилатирующей примеси. Преодоление таких препятствий может осуществляться как за счет термических, так и за счет квантовых флуктуаций (подробнее см. в [19]).

Для области концентраций *с* > 0.03–0.04% энергетический барьер для дислокаций в исследованных образцах *p*-H<sub>2</sub> обусловлен в основном локальными нарушениями не столько вращательной, сколько трансляционной инвариантности кристалла из-за присутствия в образцах изотопных форм стабильного изотопа H<sub>2</sub>. В этом случае при проведении полного анализа поведения функции  $\dot{\varepsilon}(T, c, \sigma)$  открывается уникальная возможность определения (пусть даже на уровне количественной оценки из соотношения (2)) представляющих несомненный интерес величин относительных среднеквадратичных смещений  $\overline{\delta_0^2}(\exp) = \langle x_0^2 \rangle / \langle x_m^2 \rangle$  молекул водорода в реальных образцах *p*-H<sub>2</sub>, прямые способы измерения которых отсутствуют. Используя выражение (2) и записывая величину объема, охваченного флуктуацией, через известные [20,21] значения ( $\Delta V/V$ ) дилатации решетки  $p-H_2$  вокруг примесных молекул HD и D<sub>2</sub>, по значениям тангенсов углов наклона tg  $\alpha$  прямолинейных отрезков экспериментальных зависимостей  $\ln \dot{\varepsilon} - c^{-2/3}$ , измеренных для  $\sigma = \text{const}$ , можно вычислить величины  $\overline{\delta_0^2}(\exp)$ по формуле

$$\overline{\delta_0^2}(\exp) = \frac{(\Delta V/3V)^{-1/3}\overline{\sigma}db^2}{k \operatorname{tg} \alpha T_m},$$
(3)

где tg  $\alpha = \Delta(\ln \dot{\epsilon})/\Delta(c^{-2/3}), d = 2^{-1}\sqrt{8/3}a$  (*a*, *d* — расстояния между ближайшими соседями и базисными плоскостями в гексагональном плотноупакованном (ГПУ) *p*-H<sub>2</sub> соответственно,  $\overline{\sigma}$  — средняя величина напряжения, b = a — величина вектора Бюргерса, *k* — константа Больцмана. Вычисленные величины  $\overline{\delta_0^2}(\exp)$  приведены в таблице для случаев присутствия дейтерия

5\* Физика твердого тела, 2003, том 45, вып. 6

в *p*-H<sub>2</sub> как в виде молекул *HD*, так и в виде молекул D<sub>2</sub>. В качестве параметра *a* использовалось экстраполированное значение для T = 0 К (a = 0.37835 nm [22]). Из измеренных величин tg  $\alpha$  по формуле (3) получены значения  $\overline{\delta_0^2}(\exp)$  нулевых среднеквадратичных смещений частиц в *p*-H<sub>2</sub>. Эти значения приведены в таблице для случаев обеих изотопных форм в *p*-H<sub>2</sub> и трех значений растягивающего напряжения.

С целью анализа полученных результатов проведена теоретическая оценка величин  $\overline{\delta_0^2}$  для *p*-H<sub>2</sub>, в том числе с присутствующими в нем примесными молекулами природных стабильных изотопных форм. Для этого мы воспользовались температурной зависимостью среднеквадратичных смещений атомов в чистых и примесных ГЦК кристаллах из [23]. Поскольку среднеквадратичное смещение в идеальных бездефектных структурах определяется главным образом числом ближайших соседей, и учитывая "идеальное" отношение параметров *с/а* ГПУ структуры *p*-H<sub>2</sub> [1], а также полную эквивалентность этих решеток по числу ближайших соседей, величины  $\langle x^2 \rangle$ , вычисленые с помощью Якобиевых матриц в модели ГЦК кристалла, не должны сильно отличаться от значений  $\langle x^2 \rangle$  для идеальной ГПУ структуры.

На рис. 4 приведены температурные зависимости  $\langle x^2 \rangle$ для матричных молекул p-H<sub>2</sub> в идеальном кристалле и молекул изотопической примеси с  $\Delta \mu$ , равным 0.5 и 1.0, где  $\Delta \mu$  — "дефект массы"  $\Delta \mu = (m_1 - m)/m$ ,  $m_1$  — масса примесного атома ( $\Delta \mu = 0.5$  соответствует примеси HD,  $\Delta \mu = 1$  соответствует примеси D<sub>2</sub>). Из рис. 4 видно, что среднеквадратичные смещения примесных частиц существенно ниже значений  $\langle x^2 \rangle$ для идеальной решетки. Отсюда можно сделать вывод, что наличие изотопической примеси в p-H<sub>2</sub> должно приводить к "замораживанию" молекулярного движения, в том числе нулевых колебаний матричных молекул



**Рис. 4.** Температурная зависимость среднеквадратичных смещений молекул идеального кристалла (верхняя кривая) и примесных молекул с величинами "дефекта массы" 0.5 (средняя кривая) и 1.0 (нижняя кривая) в единицах  $\hbar^2/(km\Theta)$  для  $\Theta = 118.5$  K (см. [24]).

в кристалле. Это следует из полученных значений  $\overline{\delta_0^2}$ , соответственно равных 0.910, 0.878 и 0.836 для матричных молекул H<sub>2</sub>, и примесных молекул D<sub>2</sub> и HD. Сравнение полученных теоретических величин  $\delta_0^2$  с приведенными в таблице показано, что по сравнению с гипотетическим идеальным бесконечным кристаллом p-H<sub>2</sub>, обладающим бездефектной структурой, в реальных, полученных в лабораторных условиях образцах имеет место снижение интенсивности молекулярного движения. Наблюдаемое уменьшение амплитуды среднеквадратичных смещений частиц при этом эквивалентно значительному увеличению межмолекулярного взаимодействия (ужесточению решетки) в твердом р-Н2, обусловленному наличием примесных молекул. Степень ужесточения решетки и понижение интенсивности молекулярного движения в исследованном твердом *p*-H<sub>2</sub> существенно разнятся в зависимости от того, в каком виде присутствует в кристаллах дейтерий — в виде молекул HD или молекул D<sub>2</sub>. Обнаруженные особенности имеют чисто квантовую природу, поскольку полностью определяются различием в амплитудах нулевых колебаний изотопов. Интересно, что полученные величины  $\delta_0^2(\exp)$  скорее близки к вычисленным для примеси HD, чем для D<sub>2</sub>. Это приводит к выводу о том, что большая часть дейтерия в исследованном *p*-H<sub>2</sub> находится в виде молекулы HD, а не D<sub>2</sub>, что согласуется с результатами анализов образцов, а также с тем фактом (см. [8], с. 295), что природный изотоп дейтерий содержится в водороде в форме молекул дейтероводорода HD.

Полученный материал позволяет проанализировать влияние приложенной к образцам *p*-H<sub>2</sub> нагрузки на величину среднеквадратичных смещений. Из рис. 3 хорошо видно, что угол наклона прямолинейных зависимостей  $\ln \dot{\varepsilon} = f(c^{-2/3}\sigma)$ , измеренный для *p*-H<sub>2</sub> при постоянной нагрузке  $\sigma = \text{const}$ , явно уменьшается с увеличением  $\sigma$ . Из таблицы следует, что с ростом величины  $\sigma$ имеет место заметное возрастание значений  $\sigma_0^2(\exp)$ . Как следует из работ [2-4], для квантовых кристаллов характерно, что точечные дефекты в них являются квазичастицами и могут свободно перемещаться к границам зерен (блоков) или внешней поверхности. Наблюдаемое увеличение среднеквадратичных смещений  $p-H_2$  с повышением  $\sigma$  может означать выход примеси дейтерия под действием нагрузки из объема параводородного кристалла ("деформационное очищение"). По своим свойствам при этом кристалл становится близким к идеальному беспримесному кристаллу, в котором среднеквадратичное смещение частиц заметно выше, чем в примесном кристалле. Способность самовосстановления ("self-repairing") твердого  $p-H_2$  отмечена ранее в работах [25-27].

Авторы глубоко признательны В.Г. Манжелию, М.А. Стржемечному, В.Д. Нацику, А.И. Прохватилову и Ю.Е. Стеценко за обсуждение экспериментальных результатов и полезные замечания, С.И. Коваленко, Э.И. Индану и Н.В. Крайнюковой — за проведение анализов водорода на масс-спектрометре РОМС-1, Д.Н. Казакову (Россия, Москва) и О.М. Вовку — за анализ водорода с помощью масс-спектрометра МХ-7304, Т.Ф. Лемзяковой — за хроматографический анализ водорода.

## Список литературы

- A.I. Prokhvatilov. Plasticity and Elasticity of Cryocrystals. Begell House, inc., N.Y.–Wallington, UK (2001). 326 p.
- [2] А.Ф. Андреев, И.М. Лифшиц. ЖЭТФ 56, 2057 (1969).
- [3] А.Ф. Андреев. ЖЭТФ 68, 2341 (1975); УФН 118, 251 (1976).
- [4] Ю. Каган, Л.А. Максимов. ЖЭТФ 84, 792 (1983).
- [5] И.Н. Крупский, А.В. Леонтьева, Л.А. Индан, О.В. Евдокимова. Письма в ЖЭТФ 24, 297 (1976).
- [6] И.Н. Крупский, А.В. Леонтьева, Л.А. Индан, О.В. Евдокимова. ФНТ 3, 933 (1977).
- [7] B.I. Verkin, V.G. Manzhelii, V.N. Grigoriev, V.A. Koval', V.V. Pashkov, V.G. Ivantsov, O.A. Tolkacheva, N.M. Zvyagina, L.I. Pastur. Handbook of Properties of Condensed Phases of Hydrogen and Oxygen. Hemisphere Publishing Corporation, N.Y.–Washington–Philadelphia–London (1991).
- [8] Б.М. Андреев, Я.Д. Зельвенский, С.Г. Катальников. Тяжелые изотопы водорода в ядерной технике. Энергоатомиздат, М. (1987). 456 с.
- O.A. Korolyuk, B.Ya. Gorodilov, A.I. Krivchikov, V.G. Manzhelii. DHT 25, 8/9, 944 (1999); B.Ya. Gorodilov, O.A. Korolyuk, A.I. Krivchikov, V.G. Manzhelii. JLTP 119, 497 (2000).
- [10] V.D. Natsik, A.I. Osetskij, V.P. Soldatov, V.I. Startsev. Phys. Stat. Sol. (b) 54, 99 (1972).
- [11] И.Н. Крупский, А.В. Леонтьева, Ю.С. Строилов, Л.А. Индан. ФНТ 1, 749 (1975).
- [12] И.Н. Крупский, А.В. Леонтьева, Ю.С. Строилов. ЖЭТФ 65, 1917 (1973).
- [13] Ж. Фридель. Дислокации. Мир, М. (1967). 644 с.
- [14] P. Haasen. Physical Mettallurgy / Ed. by R.W. Cahn, P. Haasen. North-Holland, Amsterdam (1983). Vol. 2. P. 1341.
- [15] V.N. Kovaleva, V.A. Moskalenko, V.D. Natsik. Phil. Mag. A70, 3, 423 (1994).
- [16] R. Labush. Phys. Stat. Sol. 41, 659 (1970); Acta Met. 20, 917 (1972); N.F. Mott, F.R.N. Nabarro. Conf. on Strength of Solids. Phys. Soc. London (1947). P. 1.
- [17] А.М. Косевич. Физическая механика реальных кристаллов. Наук. думка, Киев (1981). С. 290.
- [18] A.B. Harris, L.I. Amstutz, H. Meyer, S.M. Myers. Phys. Rev. 175, 603 (1968).
- [19] С.Е. Кальной, М.А. Стржемечный. ФНТ 11, 803 (1985).
- [20] А.И. Прохватилов, М.А. Стржемечный, Г.Н. Щербаков. ФНТ 19, 622 (1993).
- [21] M.A. Strzhemechny, A.I. Prokhvatilov, G.N. Shcherbakov, N.N. Galtsov. JLTP 115, 3/4, 109 (1999).
- [22] И.Н. Крупский, А.И. Прохватилов, Г.Н. Щербаков. ФНТ 9, 83 (1983).
- [23] В.И. Пересада, Е.С. Сыркин, В.П. Толстолужский. ФКС XXX1116 30–35 (1974).
- [24] Phusics of Cryocrystals / Ed. be V.G. Manzhelii, Yu.A. Freiman. AIP Press, Woodbury, N.Y. (1996).
- [25] Л.А. Алексеева. ФНТ 17, 451 (1991).
- [26] Τ. Oka. ΦΗΤ **22**, 134 (1996).
- [27] T. Momose. JLTP 111, 3/4, 469 (1998).