УДК 539.219.3

А.В. Векман, Б.Ф. Демьянов, И.А. Шмаков Коэффициенты зернограничной самодиффузии в алюминии (компьютерный расчет)

A.V. Veckman, B.F. Dem'yanov, I.A. Shmakov Coefficients of Self-Diffusion on Grain Borders in Aluminium (Computer Calculation)

Методами компьютерного моделирования исследованы механизмы самодиффузии по границам зерен наклона в алюминии. Исследованы границы зерен общего и специального типа с осями разориентации [100], [110] и [111] в интервале углов разориентации 10÷60°. Построены аррениусовские зависимости коэффициентов зернограничной самодиффузии и рассчитаны их характеристики D_0 и Q. Проведено сопоставление характеристик самодиффузии и траекторий движения атомов по границам зерен. Определены механизмы самодиффузии в различных температурных интервалах.

Ключевые слова: границы зерен, самодиффузия, компьютерное моделирование.

DOI 10.14258/izvasu(2013)1.2-28

Структурные особенности дефектов в твердых телах значительно влияют на диффузионные процессы в них. Границы зерен, как часть дефектной структуры поликристаллов, представляют собой пути ускоренной диффузии. Скорость диффузии по границам зерен на три и даже четыре порядка может быть выше, чем внутри зерна [1, с 228]. Высокую скорость зернограничной диффузии чаще всего связывают с существованием в области границ зерен избыточного свободного объема. Кроме того, исследование тонкой структуры границ показало наличие областей сжатия и растяжения [2, с. 86–92]. Неоднородность зернограничного слоя приводит к тому, что диффузия может идти преимущественно по некоторым каналам, а не по всему объему границ зерен [3, с. 158–161].

Определение параметров диффузии по границам зерен является непростой задачей, поскольку как экспериментально, так и теоретически можно определить лишь их усредненные значения. Использование компьютерного эксперимента позволяет отследить индивидуальные перемещения атомов и, таким образом, отделить диффузию собственно по границе зерен от диффузии в зерне. Значение подобных исследований трудно переоценить, поскольку изучение микромеханизмов диффузии на атомном уровне в настоящее время возможно только с использованием компьютерных моделей. Например, в работе [4, с. 497–516] автор отмечает, что изучение диффузии по границам зерен методом молекулярной динамики может обеSelf-diffusion mechanisms on tilt grain boundaries in aluminium are investigated using methods of computer simulation. Grain boundaries of general and special type with axes of misorientation [100], [110] and [111] are investigated in the range of angles of misorientation $10^{\circ}\div60^{\circ}$. The Arrenius dependencies are constructed and characteristics of grain boundary self-diffusions D_0 and Q are calculated. Comparison of self-diffusion characteristics and trajectories of atoms movement is spent. Selfdiffusion mechanisms in various temperature intervals are defined.

Key words: grain boundaries, self-diffusion, computer simulation.

спечить существенное понимание различных механизмов в деталях.

В представленной работе проводилось исследование процесса самодиффузии по симметричным границам зерен наклона с осями разориентации [100], [110] и [111]. Исследование проведено методами компьютерного моделирования. Межатомное взаимодействие аппроксимировалось потенциальной функцией Морза, параметры которой определялись по методике, предложенной в работе [5, с. 107-108], параметры соответствовали алюминию. В качестве объектов исследования выбраны по три границы общего и специального типа для каждой оси разориентации. Углы разориентации общих границ зерен составили 10, 30 и 50°. Границы зерен специального типа выбраны таким образом, чтобы углы разориентации охватывали равномерно диапазон от 10 до 60°. Кристаллографические параметры специальных границ зерен (Ө — угол разориентации, **Σ** — обратная плотность совпадающих узлов и hkl — индексы Миллера плоскости границ зерен) приведены в таблице 1.

Процесс моделирования проходил в два этапа. На первом этапе формировалась граница зерна по методике, описанной в работе [6, с. 65–71]. На втором этапе границы подвергались молекулярно-динамической релаксации в температурном интервале от 600 до 1000 К, с интервалом в 50 К. При каждой температуре модельный бикристалл выдерживался в течение 1750 шагов. Один шаг релаксации составлял 0.01 пс.

[100] [110] [111] Q, ° Q, ° S Q, ° hkl S hkl S hkl 13 33 21 22.62 015 20.05 118 21.79 14 5 5 27 39 013 31.59 115 32.20 257 36.87 5 3 53.13 012 50.48 11 113 60 112

Кристаллографические характеристики специальных грани зерен

Параметры самодиффузии находились из наблюдений за перемещением атомов в процессе нагрева кристалла, содержащего границу. Определялось среднее число перескоков атомов в единицу времени в единице объема — частота перескоков. Объем области границы зерен, в котором учитывался перескок атомов, представляет собой слой толщиной 2a(a — параметр решетки, для алюминия a = 0,404 нм), в центре которого находится плоскость границы. Коэффициент самодиффузии D_{GB} определялся по формуле [7]

$$D_{GB} = \frac{1}{6} \alpha^2 \Gamma = \frac{1}{12} a^2 \Gamma ,$$

где α — расстояние, на которое атом совершает скачок в процессе диффузии.

Для вакансионного механизма $\alpha = r_1 = a\sqrt{2/2}$ длина перескока равна кратчайшему межатомному расстоянию r_1 — радиусу первой координационной сферы. Длина скачка для других механизмов диффузии считалась такой же.

На рисунке 1 приведены температурные зависимости lnD_{GB}, рассчитанные для зернограничной самодиффузии в границах общего типа.



Рис. 1. Температурные зависимости InD GRP рассчитанные для зернограничной самодиффузии по границам зерен общего типа

Видно, что для границ с осью разориентации [100] графики имеют излом при некоторой температуре: для малоуголовой границы $\Theta = 10^{\circ}$ приблизительно 700 К, а для большеугловых границ — $\Theta = 30^{\circ}$ и $\Theta = 50^{\circ}$ соответственно 750–800 К. Границы с осью разориентации [110] имеют по три линейных участка. Изломы соответствуют температурам 700 и 900 К для границ $\Theta = 10^{\circ}$ и $\Theta = 50^{\circ}$. Граница $\Theta = 30^{\circ}$ имеет изломы при температурах 700 и 800 К. Зависимости для границ с осью разориентации [111] вовсе не имеют изломов.

На рисунке 2 представлены температурные зависимости lnD_{GB}, рассчитанные для зернограничной самодиффузии границ специального типа. Зависимости коэффициента диффузии для спецграниц с осями разориентации [100] и [110] имеют по одному излому, а границы зерен типа [111], как и границы общего типа с этой осью разориентации, имеют всего лишь один линейный участок. Изменение наклона графиков происходит при различных температурах. Самое высокое значение, близкое к температуре плавления, имеет граница $\Sigma13$ (015). Для границы $\Sigma33$ (118) это значение составляет 800–850 К; $\Sigma5$ (012) и $\Sigma5$ (013) — 750– 800 К; $\Sigma27$ (112) и $\Sigma11$ (113) — 700–750 К. Кроме этого, наклон некоторых графиков специальных границ зерен, в отличие от границ общего типа, уменьшается

Таблица 1

при высоких температурах. Это наблюдается для Σ5 (013) и всех спецграниц с осью разориентации [110].

По графикам были определены параметры аррениусовских зависимостей зернограничной самодиффузии. Значения параметров самодиффузии — предэкспоненциального множителя D_0 и энергии активации Q — приведены в таблице 2.



по границам зерен специального типа

Таблица 2

Параметры зернограничной самодиффузии: энергия активации (кДж/моль))
и предъэкспоненциальный множитель (см ² /с)	

Температура, К	600–650	650–700	700–750	750-800	800-850	850-900	900–950	950-1000		
1	2	3	4	5	6	7	8	9		
Ось разориентации [100]										
$\Theta = 10^{\circ}$	10.15		24.51							
	1,55×10-6		1,81×10 ⁻⁵							
$\Theta = 30^{\circ}$	27.33				40.48					
	6,72×10 ⁻⁵				4,71×10 ⁻⁴	0				
$\Theta = 50^{\circ}$	26.61					42.10				
	6,11×10 ⁻⁵					6,50×10 ⁻⁴				
Σ13 (015)	20.53						53.08			
	1,77×10 ⁻⁵					0	1,44×10 ⁻³			
$\Sigma_{5}(013)$	51.64			37.62						
23 (013)	3,16×10-3			3,82×10 ⁻⁴						
55 (012)	29.06			51.16						
25 (012)	7,38×10 ⁻⁵			1,98×10 ⁻³						
			Ось разор	иентации [1]	10]					
$\Theta = 10^{\circ}$	38.64		22.40				62.27			
0-10	1,01×10 ⁻⁴		5,90×10 ⁻⁶				1,21×10 ⁻³			
$\Theta = 30^{\circ}$	49.54		27.66		75.43					
0 - 30	1,81×10-4		4,04×10-6		6,02×10-3					
$\Theta = 50^{\circ}$	93.90		37.43			56.93				
	4,99×10 ⁻¹		3,01×10 ⁻⁵			5,24×10-4				
Σ33 (118)	91.25				53.60					
	1,22×10 ⁻¹				4,66×10 ⁻⁴					
$\Sigma 27 (115)$	68.68		37.73							
	1,55×10 ⁻²		7,52×10 ⁻⁵							

Окончание таблицы

1	2	3	4	5	6	7	8	9		
Ось разориентации [110]										
Σ11 (113)	104.12		32.87							
	5,03		2,43×10 ⁻⁵							
Ось разориентации [111]										
$\Theta = 10^{\circ}$	30.93									
	8,77×10 ⁻⁶									
$\Theta = 30^{\circ}$	60.17									
	4,63×10 ⁻³									
$\Theta = 50^{\circ}$	53.71									
0 - 50	1,52×10 ⁻³									
521 (145)	63.97									
221 (143)	2,29×10-3									
Σ39 (257)	65.58									
	1,08×10 ⁻²									
$\Sigma_{2}(112)$	54.75									
23 (112)	4,03×10 ⁻⁴									

Как видно из таблицы, энергия активации зернограничной диффузии в 4–5 раз ниже энергии активации объемной самодиффузии (~200 кДж/моль). Минимальное значение энергии активации имеет малоугловая граница с осью разориентации [100] при низких температурах (10,15 кДж/моль), максимальное (104.12 кДж/моль) — специальная граница Σ11 (113) при низких температурах.

Представленные результаты расчетов показывают, что самодиффузия по границам зерен в значительной степени зависит как от оси разориентации границ, так и от их вида (специальная или граница зерен общего типа).

Для границ зерен с осью разориентации [100] характерно увеличение энергии активации с ростом температуры. Анализ диаграмм перескоков атомов показывает, что для данного сорта границ низкотемпературная саммодиффузия осуществляется по каналам ускоренной диффузии атомов (трубочная диффузия). С увеличением температуры в процессе самодиффузии происходит перестройка атомной структуры границ и существенная потеря их кристалличности. Структура аморфизируется и становится более однородной. Самодиффузия по таким границам зерен идет по межузельному механизму [3, с. 158–161]. Исключение составляет граница Σ5 (013), структура которой при низких температурах сильно упорядочена и диффузия протекает по вакансионному механизму.

Анализ траекторий движения атомов в границах типа [110] показал, что низкотемпературная диффузия в них протекает по вакансионному механизму, а при повышении температуры связана с коллективным смещением атомов вдоль линии краевых дислокаций, из которых состоит граница. Это и приводит к уменьшению энергии активации. Второй излом графиков для границ зерен общего типа связан с аморфизацией зернограничного слоя и, как следствие, наложением хаотической составляющей при высоких температурах.

Перескоки атомов границ типа [111] происходят преимущественно вдоль плоскости границ зерен в направлении, перпендикулярном оси разориентации, т.е. по зернограничным вакансиям. Характер перескоков остается неизменным во всем интервале температур, о чем свидетельствует линейная зависимость $\ln D_{GB}$ от обратной температуры.

Заключение. Методом молекулярной динамики проведено моделирование процесса самодиффузии границ зерен наклона в алюминии. Получены аррениусовские зависимости коэффициента диффузии. Энергия активации зернограничной диффузии находится в пределах 10÷100 кДж/моль. Обнаружены температуры, при которых происходит смена механизмов самодиффузии по границам зерен.

Библиографический список

1. Зайт В. Диффузия в металлах. — М., 1958.

2. Демьянов Б.Ф., Векман А.В., Кустов С.Л., Старостенков М.Д. Атомная структура равновесных границ зерен // Фундаментальные проблемы современного материаловедения. — 2004. — № 1. 3. Демьянов Б. Ф., Драгунов А. С., Векман А. В. Механизмы самодиффузии по границам зерен в алюминии // Известия АлтГУ. — 2010. — № 1/2.

4. Farkas D. Atomistic theory and computer simulation of grain boundary structure and diffusion // J. Phys.: Condens. Matter. — 2000. — N_{2} 12.

5. Козлов Э.В., Попов Л.Е., Старостенков М.Д. Расчет потенциалов Морза для твердого золота // Известия вузов. Физика. — 1972. — № 3.

6. Векман А.В., Драгунов А.С., Демьянов Б.Ф., Адарич Н.В. Энергетический спектр границ зерен наклона в меди // Известия вузов. Физика. — 2012. — Т.55, № 7.

7. Канн Р. Физическое металловедение. — М., 1968. — Т. 2.