удк 621.315.592 Парамагнитные дефекты в γ -облученных кристаллах карбида кремния

© И.В. Ильин[¶], Е.Н. Мохов, П.Г. Баранов

Физико-технический институт им. А.Ф. Иоффе Российской академии наук, 194021 Санкт-Петербург, Россия

(Получена 20 марта 2001 г. Принята к печати 2 апреля 2001 г.)

Представлены результаты первых наблюдений парамагнитных дефектов в кристаллах SiC, подвергнутых γ -облучению. В кристаллах 4*H*-SiC: Al и 6*H*-SiC: Al *p*-типа методом электронного парамагнитного резонанса обнаружено три типа дефектов, обозначенные как $\gamma 1$, $\gamma 2$ и $\gamma 3$. Все центры имеют близкие параметры спинового гамильтониана с S = 1/2 и характеризуются значительной анизотропией *g*-факторов. Центры $\gamma 1$ почти аксиальны относительно локальной оси *z*, ориентированной примерно вдоль одного из направлений связи Si-C, не совпадающей с осью *c*. Центры $\gamma 2$ и $\gamma 3$ имеют более низкую симметрию, хотя направление вдоль указанных связей достаточно сильно выражено. Величина максимального *g*-фактора *g_z* уменьшается в ряду от $\gamma 1$ до $\gamma 3$. Сигнал $\gamma 1$ может наблюдаться при температурах 3.5-15 K; сигналы $\gamma 2$ и $\gamma 3$ — при температурах 10-35 и 18-50 K соответственно. Для некоторых ориентаций кристалла обнаружено сверхтонкое взаимодействие неспаренного электрона центра $\gamma 1$ с ядрами изотопа ²⁹Si. Центры $\gamma 1$, $\gamma 2$ и $\gamma 3$ разрушаются при температуре 160° С, и сделан вывод, что сигналы ЭПР этих центров принадлежат дефектам, в подрешетке С. Предполагается, что центры $\gamma 1$, $\gamma 2$ и $\gamma 3$ имеют общую природу и принадлежат низкотемпературной ($\gamma 1$) и высокотемпературным ($\gamma 2$, $\gamma 3$) модификациям одного и того же центра. Обсуждаются модели дефекта в виде вакансии углерода или комплекса, включающего примесный атом Al и атом C, занимающий кремниевую или межузельную позицию.

1. Введение

В последние годы значительно возрос интерес к карбиду кремния (SiC), что связано с необходимостью создания электронных и оптоэлектронных приборов, работающих при высоких температурах, высоких мощностях и повышенных уровнях радиации. Большая энергия связи Si-C делает SiC устойчивым к высоким температурам, агрессивным средам и воздействию ионизирующего облучения. Так как скорость диффузии большинства примесей в SiC мала, основным способом легирования этих материалов является ионная имплантация. В процессе ионной имплантации в решетке SiC орбразуются дефекты, причем в SiC в отличие от кремния дефекты стабильны при комнатной температуре, а некоторые вторичные дефекты сохраняются до температур более 2000°С. Все это стимулировало проведение многочисленных работ, посвященных исследованию радиационных дефектов в SiC.

Электронный парамагнитный резонанс (ЭПР) является наиболее информативным методом исследования структуры радиационных дефектов в полупроводниках, что было наиболее ярко продемонстрировано расшифровкой структуры основных радиационных дефектов в кремнии в классических работах, выполненных на протяжении последних 40 лет [1]. История исследований методом ЭПР радиационных дефектов в SiC значительно скромнее, тем не менее структура ряда собственных дефектов, таких как вакансия кремния или различные типы дивакансий, установлена довольно надежно [2–11]. Важно подчеркнуть, что все эти исследования выполнены в SiC, облученном быстрыми электронами, нейтронами или протонами. Такое облучение моделирует процесс ионной имплантации при изготовлении электронных приборов. Проблема состоит в том, что в процессе ионной имплантации дефекты образуются в очень тонком слое у поверхности кристалла (менее 1 мкм) и чувствительности традиционного метода ЭПР, как правило, не достаточно для регистрации этих дефектов. Насколько нам известно, нет работ, где бы парамагнитные радиационные дефекты были обнаружены в кристаллах SiC, подвергнутых ү-излучению. В то же время ү-излучение, будучи наиболее проникающим, является основным источником радиации, воздействующей на различные электронные приборы в реальных условиях их применений. Известно также, что такое излучение легко создает многочисленные радиационные дефекты в кремнии, что является большой проблемой при разработке радиационно стойких электронных приборов. Следует подчеркнуть, что γ -излучение в отличие от других видов облучения создает дефекты в кристалле равномерно по объему, что значительно повышает надежность их исследования, так как исключается неравномерность распределения дефектов по объему кристалла.

В настоящей работе впервые наблюдались спектры ЭПР радиационных дефектов в γ -облученных кристаллах SiC. Дефекты были обнаружены в кристаллах 4*H*- и 6*H*-SiC *p*-типа, активированных алюминием.

2. Методика эксперимента

Были исследованы кристаллы 4*H*-SiC и 6*H*-SiC *p*-типа, активированные алюминием. Использовались кристаллы, выращенные сублимационным сэндвич-методом при температуре 2150°C [12] со скоростью роста 0.8 мм/ч. Были

[¶] E-mail: Ivan.Ilyin@pop.ioffe.rssi.ru

исследованы также коммерческие кристаллы 6*H*-SiC от корпорации Сгее. Во всех кристаллах концентрация алюминия составляла примерно 10^{17} см⁻³. Все кристаллы были подвергнуты двухнедельному облучению γ -лучами. Источником γ -лучей служил изотоп ⁶⁰Со, энергия 1.12 МэВ, поток $10^{13} \gamma / \text{см}^2$. Кристаллы 4*H*-SiC и 6*H*-SiC в виде пластинок с плоскостью, перпендикулярной гексагональной оси *c*, были ориентированы для вращения в плоскостях { $11\overline{20}$ } и {1100}. Эксперименты проводились на серийном спектрометре ЭПР Jeol на частоте 9.2 ГГц с использованием проточного гелиевого криостата, изготовленного в лаборатории и позволяющего изменять температуру в области 4–300 К. Все спектры ЭПР, представленные на рисунках, зарегистрированы без накопления в результате одного сканирования.

3. Экспериментальные результаты

До γ -облучения в исследуемых кристаллах 4*H*-SiC и 6*H*-SiC, активированных алюминием, наблюдались сигналы ЭПР от мелких и глубоких уровней акцепторов алюминия и мелких — акцепторов бора [13–17].



Рис. 1. Спектры электронного парамагнитного резонанса (ЭПР) в кристалле 6*H*-SiC:Al до γ -облучения, при 4 K, для нескольких ориентаций кристалла относительно магнитного поля *B* в плоскости {1120} (указаны на рисунке). Обозначения *s*Al (shallow Al), *d*Al (deep Al) и *s*B (shallow B) введены для мелкого уровня Al, глубокого уровня Al и мелкого уровня B соответственно. Пунктиром показаны спектры ЭПР в кристалле 4*H*-SiC:Al, с повышенной концентрацией Al, в котором сигналы ЭПР от мелкого уровня Al практически не наблюдались. Вертикальными стрелками показана дополнительная сверхтонкая структура.



Рис. 2. Спектры ЭПР, наблюдавшиеся в γ -облученном кристалле 4*H*-SiC при температуре 7 K, зарегистрированные при разных ориентациях кристалла в магнитном поле *B*, указанных на рисунке. Вращение магнитного поля осуществлялось в плоскости {1120}.

Мелкий уровень Аl создается атомом Al в позиции кремния, находящемся в регулярном окружении [13,14], а глубокий уровень Al связан, по нашему мнению, с комплексом АІ в узле кремния с вакансией углерода в ближайшем узле вдоль оси с кристалла [14,16,17]. Бор является неконтролируемой примесью и обычно проявляется в спектрах ЭПР в кристаллах SiC *p*-типа в виде мелкого уровня В, но при больших концентрациях Аl порядка 10¹⁹ см⁻³ наблюдаются и сигналы ЭПР от глубокого уровня В [16]. На рис. 1 приведены спектры ЭПР, наблюдавшиеся в кристалле 6H-SiC:Al (Cree) до γ -облучения и зарегистрированные для нескольких ориентаций кристалла относительно магнитного поля. В спектрах видны сигналы от мелкого уровня Al, обозначенного как sAl (shallow Al), глубокого уровня Al, обозначенного как dAl (deep Al), и мелкого уровня бора, обозначенного как sB (shallow B). Для ориентаций магнитного поля, близких к оси c ($\theta = 0^{\circ}$), при низкой температуре ($\approx 4 \,\mathrm{K}$) оба сигнала перекрываются, тогда как в ориентации $\theta = 35^{\circ}$ из-за разных значений *д*-факторов эти сигналы наблюдаются в разных магнитных полях. В ориентации $\theta = 35^\circ$ в сигнале dAl может наблюдаться слабо разрешенная сверхтонкая (СТ) структура, возникающая из-за взаимодействия неспаренного электрона с ядром изотопа ²⁷Al [14]. В исследованных кристаллах сигналы ЭПР от мелкого уровня A1 сравнимы или интенсивнее сигналов от глубокого уровня Al, поэтому на рис. 1 (в ориентациях $\theta = 0^{\circ}$ и $\theta = 35^{\circ}$ — пунктирной линией) также



Рис. 3. Спектры ЭПР, зарегистрированные при разных температурах (указанных цифрами около спектров в K) в γ -облученном образце 4*H*-SiC, в ориентации $B \parallel c$.

показан спектр ЭПР, зарегистрированный в кристалле 4*H*-SiC, сильно легированном Al (концентрация Al $\approx 5 \cdot 10^{19}$ см⁻³) [16]. В этом образце сигналы ЭПР от глубокого уровня Al более чем на 2 порядка интенсивнее сигналов от мелкого уровня Al и поэтому в ориентации $\theta = 0^{\circ}$ виден только сигнал от глубокого уровня Al. В подобных кристаллах принадлежность сигналов ЭПР алюминию была одозначно установлена методом двойно-

го электронно-ядерного резонанса (ДЭЯР) [17], данные которого коррелируют с величиной СТ взаимодействия, наблюдавшегося в спектрах ЭПР.

На рис. 2 показаны спектры ЭПР, наблюдавшиеся в γ -облученном кристалле 4*H*-SiC при температуре 7 K, зарегистрированные при разных ориентациях кристалла в магнитном поле. Вращение магнитного поля осуществлялось в плоскости кристалла {1120}. Помимо сигналов от мелкого уровня бора (справа), на рис. 2 в ориентации В || с видна линия ЭПР, которая при вращении образца в плоскости {1120} расщепляется на четыре линии. Такое расщепление говорит о том, что парамагнитный дефект имеет несколько эквивалентных ориентаций в решетке SiC. Направление локальных осей симметрии центра может быть определено по экстремумам угловой зависимости сигналов ЭПР. На рис. 2 один из таких экстремумов наблюдается при угле магнитного поля относительно оси *c* кристалла, близком к $\theta = 70^{\circ}$. В SiC угол $\theta = 70^{\circ}$ соответствует углу между *с*-осью и направлением связей Si-C. Таким образом, этот центр имеет выделенную локальную ось, направленную примерно вдоль связей Si-C, не совпадающих с осью с кристалла. Обращает на себя внимание резкое уменьшение интенсивности сигнала ЭПР в минимальных магнитных полях при углах, близких к $\theta = 70^{\circ}$. В гексагональных кристаллах существует всего 6 таких магнитнонеэквивалентных направлений, в плоскости {1120} их остается 4, а в ориентации В || с все эти направления эквивалентны, и, следовательно, в спектре видна только одна линия ЭПР. Подобные сигналы наблюдались нами и в кристаллах 6H-SiC.

В кристаллах обоих политипов 4*H*- и 6*H*-SiC, подвергнутных γ -облучению, обнаружено по три сигнала ЭПР. На рис. 3 показана температурная зависимость



Рис. 4. Угловые зависимости сигналов ЭПР центров $\gamma 1$, $\gamma 2$ и $\gamma 3$ в кристаллах 6H-SiC (*a*) и 4H-SiC (*b*). Вращение кристаллов производилось в разных плоскостях: 4H-SiC — в плоскости {11 $\overline{2}0$ }, 6H-SiC — в плоскости {1100}. Экспериментальные угловые зависимости для сигналов: $1 - \gamma 1$ (температура регистрации 7 K), $2 - \gamma 2$ (23 K) и $3 - \gamma 3$ (34 K). Сплошные, штриховые и пунктирные линии — расчет с использованием данных из таблицы.

	$\gamma 1$				$\gamma 2$				$\gamma 3$			
	4 <i>H</i>		6 <i>H</i>		4 <i>H</i>		6 <i>H</i>		4 <i>H</i>		6 <i>H</i>	
g_x	2.006		2.006		2.015		2.015		2.014		2.013	
g_z	2.044		2.000		2.040		2.042		2.036		2.031	
	α	β										
1	0	115	0	116	0	115	-4	115	30	124	0	130
2	119	115	118	116	121	115	124	115	115	124	121	130
3	241	115	242	116	239	115	236	115	245	124	239	130
4	0	245	0	244	0	245	4	245	30	236	0	230
5	119	245	118	244	121	245	124	245	115	236	121	230
6	241	245	242	244	239	245	236	245	245	236	239	230

Параметры сигналов ЭПР центров $\gamma 1$, $\gamma 2$ и $\gamma 3$ в γ -облученных кристаллах 4*H*-SiC и 6*H*-SiC.

Примечание. Углы Эйлера α , β приведены для каждого из 6 магнитонеэквивалентных центров, углы γ равны нулю.

сигналов ЭПР, наблюдавшихся в кристалле 4*H*-SiC в ориентации $B \parallel c$. Видно, что сигнал, обозначенный как $\gamma 1$, наблюдается при температурах 4.5–15 K, второй ($\gamma 2$) — при температурах 10–35 K и третий ($\gamma 3$) — при температурах 18–50 K. Таким образом, сигналы $\gamma 1$ и $\gamma 2$ наблюдаются одновременно в сравнительно узком температурном диапазоне 10–15 K, а сигналы $\gamma 2$ и $\gamma 3$ — в диапазоне 18–35 K. При этом следует отметить, что ширина линий центров $\gamma 1$ и $\gamma 2$ перед их исчезновением существенно увеличивается (рис. 3), тогда как положение линий ЭПР практически не изменяется.

На рис. 4 показаны угловые зависимости сигналов ЭПР центров $\gamma 1$, $\gamma 2$ и $\gamma 3$ в кристаллах 6*H*-SiC (*a*) и 4*H*-SiC (*b*). Следует отметить, что вращение кристаллов производилось в разных плоскостях: 4*H*-SiC — в плоскости {1120}, а 6*H*-SiC в плоскости {1100}. Символы *1, 2, 3* показывают экспериментальные угловые зависимости для сигналов $\gamma 1$ (температура регистрации 7 K), $\gamma 2$ (23 K) и $\gamma 3$ (34 K). Эти зависимости могут быть описаны спиновым гамильтонианом со спином S = 1/2

 $H = \mu_{\rm B}(g_x H_x S_x + g_y H_y S_y + g_z H_z S_z),$

где $\mu_{\rm B}$ — магнетон Бора, g_x, g_y, g_z — *g*-факторы, соответствующие направлениям локальных осей симметрии центра *x*, *y*, *z*.

Теоретически рассчитанные угловые зависимости для сигналов $\gamma 1, \gamma 2$ и $\gamma 3$ показаны на рис. 4 сплошными, штриховыми и пунктирными линиями соответственно. Расчет произведен с помощью программы R-Spectr [18] с использованием *g*-факторов, приведенных в таблице; там же приведены величины углов Эйлера для 6 магнитно-эквивалентных ориентаций каждого центра.

При определении углов Эйлера лабораторная система координат ориентирована таким образом, что ее ось Z (мы будем обозначать оси лабораторной системы координат заглавными буквами) параллельна оси c кристалла, ось X перпендикулряна оси Z и лежит в плоскости

(1120), ось *Y* перпендикулярна плоскости (1120). Использовано следующее определение углов Эйлера [18]: первый угол α представляет собой вращение вокруг оси *Z*, второй угол β — вращение вокруг новой оси *Y* и третий угол γ — вращение вокруг новой оси *Z*. Таким образом, направление оси *Z* лабораторной системы координат может быть представлено тремя углами Эйлера (0,0,0). Шесть магнитно-неэквивалентных направлений вдоль связей Si–C, не совпадающих с осью *c* кристалла, в идеальной решетке 6*H*-SiC задаются комбинациями следующих углов Эйлера (α , β , γ) в градусах: (0,110, 0), (120, 110, 0), (240, 110, 0), (0, 250, 0), (120, 250, 0).

Из величин углов Эйлера, приведенных в таблице, видно, что ориентации центров $\gamma 1$, $\gamma 2$ и $\gamma 3$ различны и не совпадают точно с направлениями связей Si–C. Однако очевидно, что все отклонения от идеальных осей, а также различия между центрами $\gamma 1$, $\gamma 2$ и $\gamma 3$ сравнительно малы, и качественно можно говорить, что все эти центры имеют одинаковую природу. Центры $\gamma 1$ имеют симметрию, близкую к аксиальной относительно локальной оси *z*, ориентированной примерно вдоль одного из направлений связи Si–C, не совпадающей с осью *c*. Центры $\gamma 2$ и $\gamma 3$ имеют более низкую симметрию, хотя направление вдоль указанных связей также достаточно сильно выражено, при этом величина максимального *g*-фактора g_z уменьшается в ряду при переходе от $\gamma 1$ до $\gamma 3$.

В спектрах ЭПР сигнала $\gamma 1$ в кристалле 4*H*-SiC (где сигналы наиболее интенсивны) для некоторых ориентаций наблюдалась дополнительная структура. Она видна



Рис. 5. Линия ЭПР 327.5 мТл (см. рис. 2), зарегистрированная в γ -облученном кристалле 4*H*-SiC при температуре 7 К для $\theta = 70^{\circ}$, представленная в увеличенном масштабе. Пунктиром показан симулированный спектр ЭПР, рассчитанный для взаимодействия неспаренного электрона с 2 эквивалентными атомами Si (величина сверхтонкого взаимодействия 1.23 мТл) и 9 эквивалентными атомами Si (0.32 мТл).

Физика и техника полупроводников, 2001, том 35, вып. 12

на рис. 2 для линии 327.5 м Тл при $\theta = 70^{\circ}$ и показана в увеличенном масштабе на рис. 5. Видна хорошо разрешенная внешняя пара компонент с расщеплением $\sim 1.2\,\mathrm{mTr}$ и более интенсивная слабо разрешенная пара сателлитов с меньшим расщеплением ~ 0.3 мТл. Наиболее вероятно, что дополнительная структура обусловлена СТ взаимодействием с ядрами кремния ²⁹Si (в природном кремнии имеется 4.7% изотопа ²⁹Si с ядерным спином I = 1/2, концентрация же изотопа ¹³С, имеющего такой же ядерный спин I = 1/2, в природном углероде значительно меньше и составляет только 1.1%). Из соотношения интенсивностей центральной линии и дополнительных компонент можно получить информацию о природе СТ структуры. Внешняя пара СТ компонент с большим расщеплением появляется, по-видимому, изза взаимодействия с одним или двумя эквивалентными атомами кремния. Можно предположить, что сателлиты с меньшим расщеплением возникают из-за взаимодействия неспаренного электрона дефекта с большим числом эквивалентных атомов кремния, находящихся в более удаленной координационной сфере. Мы провели симуляцию спектра ЭПР, полагая, что СТ структура с большим расщеплением обусловлена взаимодействием с одним и двумя эквивалентными атомами кремния, а СТ структура с меньшим расщеплением — последовательно с 6-12 эквивалентными атомами кремния. На рис. 5 пунктирной линией представлен результат симуляции сигнала ЭПР для взаимодействия с двумя эквивалентными атомами кремния с константой СТ структуры, равной 1.23 мТл, и девятью эквивалентными атомами кремния со СТ расщеплением, равным 0.32 мТл. Видно, что результат симуляции удовлетворительно объясняет наблюдаемый сигнал ЭПР, однако следует отметить, что соответствие между симуляцией и экспериментом можно улучшить, если рассматривать взаимодействия с несколькими удаленными неэквивалентными сферами кремния и углерода. Мы не приводим результаты таких расчетов, поскольку экспериментальных данных явно недостаточно для выбора правильной комбинации атомов кремния и углерода. Можно лишь предположить, что сравнительно большое взаимодействие с двумя эквивалентными атомами кремния (1.23 мТл) поддерживает точку зрения о том, что дефект находится в подрешетке углерода. Эти 2 атома кремния могут находиться на связях C-Si, расположенных вне плоскости $\{11\overline{2}0\}$, в которой осуществляется вращение магнитного поля и в которой лежит локальная ось z рассматриваемого центра. Таким образом, взаимодействие с атомом кремния, расположенным вдоль локальной оси z, может быть существенно больше, однако нам не удалось обнаружить эту структуру из-за низкой интенсивности сигнала ЭПР в ориентации В || г.

Нами были проведены исследования изохронного отжига центров $\gamma 1$ и $\gamma 2$ в кристаллах 4*H*- и 6*H*-SiC. Кристалл быстро нагревался до определенной температуры выше комнатной, затем выдерживался при этой температуре в течение 10 мин. После этого кристалл быстро охлаждался до низкой температуры, при которой наблюдалась максимальная интенсивность исследуемого сигнала ЭПР ($\gamma 1, \gamma 2$ или $\gamma 3$) и измерялся спектр ЭПР. Затем процесс повторялся для более высокой температуры отжига. Было обнаружено, что центры $\gamma 1, \gamma 2$ и $\gamma 3$ имеют одинаковое поведение при отжиге: интенсивность сигнала ЭПР резко уменьшается с ростом температуры и сигнал необратимо исчезает после отжига при температуре ~ 160°C. Эта температура соответствует отжигу радиационных дефектов в SiC, образующихся в углеродной подрешетке, типа одиночных вакансий углерода [2].

4. Обсуждение результатов

Политипы 4H-SiC и 6H-SiC имеют общую гексагональную симметрию с осью симметрии с. Кажлый атом Si окружен четырьмя атомами С и наоборот. При рассмотрении вторых координационных сфер узлов в 4*H*-SiC можно выделить 2 неэквивалентные позиции в решетке: квази-кубическую (k) и гексагональную (h). Для *k*-позиции двенадцать атомов во второй координационной сфере расположены как в кубической структуре цинковой обманки (zink blend). Для *h*-позиций они расположены как в гексагональной вюрцитной (wurzite) структуре. Эти положения равномерно распределены между углеродной и кремниевой подрешетками. В 6H-SiC таких неэквивалентных позиций три — две квазикубические $(k_1 \ u \ k_2)$ и гексагональная (h). В спектрах ЭПР γ -облученных кристаллов как 4*H*-SiC, так и 6H – SiC были обнаружены по одному типу центров $\gamma 1, \gamma 2$ и $\gamma 3$. Как видно из таблицы, параметры спектров ЭПР этих центров практически совпадают в кристаллах 4H- и 6H-SiC. Наиболее важное различие этих центров заключается в том, что низкотемпературные центры $\gamma 1$ характеризуются практически аксиальной симметрией относительно локальной оси z, ориентированной примерно вдоль одного из направлений связи Si-C, не совпадающей с осью с, тогда как высокотемпературные центры $\gamma 2$ и $\gamma 3$ имеют более низкую симметрию, хотя направление вдоль указанных связей также достаточно сильно выражено. Очевидны большие отклонения величины g_z от величины g-фактора свободного электрона для обоих центров, при этом величина максимального g-фактора g_z уменьшается при переходе в ряду от $\gamma 1$ до $\gamma 3$.

В предположении, что параметры сигналов ЭПР должны отличаться для дефектов, образующихся в разных позициях решетки SiC, мы должны выбрать одно из двух возможных объяснений.

Первое естественное объяснение заключается в том, что центры $\gamma 1$, $\gamma 2$ и $\gamma 3$ соответствуют разным положениям дефекта в кристалле: имеются в виду позиции k и hв 4*H*-SiC и позиции k_1 , k_2 и h в 6*H*-SiC. Поскольку в кристалле 4*H*-SiC, в котором имеются только 2 различные позиции в кристаллической решетке, наблюдаются спектры ЭПР трех типов, следует исключить предположение, что центры $\gamma 1, \gamma 2$ и $\gamma 3$ соответствуют разным позициям в решетке.

Таким образом, можно предположить, что наблюдаются сигналы ЭПР только для одной позиции решетки, а центры $\gamma 1, \gamma 2$ и $\gamma 3$ соответствуют низкотемпературному и высокотемпературным состояниям одного и того же центра (например, с разными искажениями симметрии центра, вызванными эффектом Яна-Теллера). Повышение температуры приводит к некоторой перестройке структуры центра, при которой ориентации главных осей центра изменяются на несколько градусов и симметрия понижается, хотя общая анизотропия в виде разности максимального и минимального значений *g*-фактора уменьшается. Естественно предположить, что образование дефектов под действием у-облучения равновероятно для разных позиций в кристалле, поэтому наличие спектра ЭПР только одного центра может быть обусловлено относительным положением уровня этого дефекта (для парамагнитного состояния) относительно уровня Ферми. Следует подчеркнуть, что γ -облучение не привело к заметным изменениям в спектрах ЭПР уровней акцепторов Al и B (что существенно отличает γ облучение от разрушительных облучений других типов, при которых, как правило, уровень Ферми замыкается на радиационные дефекты), т.е., весьма вероятно, что положение уровня Ферми практически не изменилось после γ -облучения. Таким образом, уровень обнаруженного дефекта близок к уровню Ферми кристаллов 4Ни 6H-SiC *р*-типа, активированных алюминием.

На данной стадии исследований возможны только предварительные соображения о структуре центров $\gamma 1$, $\gamma 2$ и $\gamma 3$. Хорошо известно, что γ -облучение приводит к появлению вторичных быстрых электронов в кристалле и эти электроны создают дефекты в кристаллической решетке облученных образцов. В соответствии с энергией использованных в настоящей работе γ -лучей (1.12 МэВ), средняя энергия вторичных электронов невелика и составляет примерно 500 кэВ, т. е. порядка пороговой энергии образования дефектов в SiC.

В отличие от Si, где процесс образования дефектов при облучении хорошо изучен [1], в SiC этот процесс значительно сложнее из-за наличия двух подрешеток — Si и C. Соответственно значительно больше и количество возможных собственных дефектов. Первичными дефектами, образующимися под действием облучения, являются френкелевские пары в подрешетках Si и C, т.е. (вакансия кремния $(V_{\rm Si})$)-(межузельный атом кремния (Si_i) и (вакансия углерода (V_C))–(межузельный атом углерода (C_i) . Естественно считать, что порог образования френкелевских пар в подрешетке Si выше по сравнению с подрешеткой С из-за различия в массах этих атомов. Энергия образования близких френкелевских пар в подрешетке С находится в пределах 100-150 кэВ для подрешетки С и 220-300 кэВ для подрешетки Si [10]. При более высоких энергиях облучения должны создаваться пространственно разделенные вакансии и межузельные атомы. В отличие от Si, где первичные дефекты нестабильны при комнатной температуре [1] и стабильными являются только комплексы, образующиеся при захвате первичных дефектов примесями или другими дефектами, в SiC вакансии Si и C, по-видимому, стабильны при комнатной температуре и образование комплексов из вакансий проходит при более высоких температурах. Тем не менее нам не известны какие-либо свидетельства того, что межузельные атомы кремния Si_i и углерода C_i не могут двигаться при комнатной температуре, при которой проводилось γ -облучение.

Насколько нам известно, имеется только несколько работ, в которых кристаллы SiC облучались быстрыми электронами с энергиями вблизи порога смещения атомов основной решетки. В работе [19], в которой исследовались кристаллы 6H-SiC, подвергнутные облучению электронами с энергией 400 кэВ, наблюдались две новые безфононные линии люминесценции G_1 и G_2 с энергиями 2.547 и 2.528 эВ соответственно. На одной из них (G_1) было обнаружено зеемановское расщепление в магнитном поле.

В очень элегантных исследованиях, выполненных в работе [10], обнаружены спектры ЭПР нескольких типов дефектов, в том числе френкелевских пар в подрешетке Si в кристаллах 6*H*-SiC *p*-типа, подвергнутых облучению электронами с энергиями 300–350 кэВ.

Нам не удалось зарегистрировать какие-либо известные сигналы ЭПР радиационных дефектов в γ -облученных кристаллах. Однако из этого нельзя сделать однозначный вывод, что они не образуются под действием γ -облучения, поскольку интенсивность этих спектров ЭПР может быть слишком мала, или парамагнитные состояния известных дефектов не видны из-за определенного положения уровня Ферми.

Разрушение центров $\gamma 1, \gamma 2$ и $\gamma 3$ при температуре ~ 160°C свидетельствует о том, что эти дефекты скорее всего образуются в подрешетке углерода, что соответствует низким энергиям облучения, при которых более вероятно образование удаленных пар: вакансия углерода V_C и межузельный атом углерода C_i. Поскольку атомы С_i, вероятно, подвижны при комнатной температуре, они могут захватываться примесями. Таким образом, в результате могут образоваться V_C в какомлибо зарядовом состоянии и комплексы с примесями. Основной примесью, присутствующей в кристаллах, является Al. Процесс образования комплексов с Al под воздействием ионизирующего излучения хорошо изучен в Si [20], где межузельный атом Si выбивает атом Al из узла решетки с образовнием парамагнитного центра, представляющего собой межузельный атом Al (подобные атомы наблюдались и для других элементов III группы). Возможно также, при определенных условиях, образование в Si парамагнитного комплекса из вакансии и элемента III группы [21]. Поскольку атом Al в SiC занимает позицию Si при подобном процессе может образовываться сложный комплекс, включающий атом углерода на месте кремния C_{Si} или дефект перестановки (antisite) и межузельный Al.

Сначала обсудим возможную связь спектров ЭПР, обнаруженных в настоящей работе, с вакансиями углерода. Сравним вакансию в кремнии V_{Si} с вакансией углерода V_C в SiC, поскольку в обоих случаях электроны находятся на орбиталях кремния. В кремнии наблюдалось 2 парамагнитных состояния вакансии V_{Si}^+ и V_{Si}^- , в обоих случаях S = 1/2, *g*-фактор сильно анизотропны и имеют следующие величины для V_{Si}^+ : $g_z = 2.0151, g_x = 2.0028,$ $g_y = 2.0038$; для V_{Si}^- : $g_z = 2.0087$, $g_x = g_y = 1.9989$ [1]. В SiC имеется информация только об одном зарядовом состоянии углеродной вакансии V_C⁺ [2,6], где также наблюдалась анизотропия g-факторов с наибольшей величиной вдоль оси (111). Теоретические расчеты предсказывают значительный эффект Яна-Теллера для вакансий углерода, который усиливается с увеличением отрицательного заряда на вакансии [22]. Подобный эффект прослеживается и для вакансий в кремнии, что приводит к значительному увеличению анизотропии g-фактора, при этом, согласно расчетам, в SiC эффект Яна-Теллера существенно больше, чем в кремнии [22]. Можно предположить, что усиление эффекта Яна-Теллера приводит к усилению анизотропии g-фактора для отрицательно заряженного состояния V_C⁻, и, следовательно, наблюдавшиеся в настоящей работе сигналы могут быть связаны с V_C. Важная информация может быть получена на основании исследования СТ взаимодействия, однако из-за сравнительно низкой интенсивности сигналов ЭПР удалось наблюдать СТ структуру только в узком диапазоне ориентаций, величина которых частично поддерживает предположение, что спектры ЭПР новых центров связаны с вакансией углерода. Тем не менее на основании имеющихся данных трудно объяснить столь значительные увеличения gz по сравнению с чисто спиновым *g*-фактором ($\Delta g \sim 0.04$, см. таблицу) без участия примеси.

Таким образом, весьма разумно также предположить, что центры $\gamma 1, \gamma 2$ и $\gamma 3$ образуются в результате захвата первичных дефектов (C_i) в процессе их диффузии примесными атомами Al, концентрация которого в исследованных кристаллах весьма велика. Наличие А1 в составе комплекса может объяснить большой сдвиг g-фактора по отношению к g-фактору сободного электрона. Однако в спектре ЭПР не наблюдалась СТ структура от Al, имеющего 100% изотопа с ядерным спином I = 5/2(если подобное взаимодействие имеет место, то оно дает вклад только в ширину линии, т.е. его величина меньше 0.05 мТл), что делает весьма сомнительным наличие Al в составе комплекса. Известны сигналы ЭПР центров А1 и В с глубокими уровнями в запрещенной зоне, представлющие, согласно предложенной модели, нейтральный комплекс примеси в узле кремния с вакансией углерода, расположенной в соседнем узле вдоль оси с [14]. В этих центрах СТ взаимодействие с Al (B) слабое, так как на примеси нет прямой спиновой плотности, однако существенно больше (порядка 1 мТл для А1), чем верхний предел для взаимодействия с примесью, полученный из ширины линий ЭПР центров $\gamma 1, \gamma 2$ и $\gamma 3$. Таким образом, в этих центрах примесь может играть только косвенную роль, подобно той, что играет бор в комплексе бор–вакансия в Si [21], где CT взаимодействия с примесью не наблюдалось. Исследованные спектры ЭПР не исключают возможное вхождение в комплекс межузельного углерода или дефекта перестановки C_{Si} , поскольку CT взаимодействие с одиночным атомом C при наблюдаемых интенсивностях сигналов ЭПР зарегистрировать не представляется возможным из-за малой концентрации изотопа ¹³C.

5. Заключение

В кристаллах SiC впервые наблюдались парамагнитные дефекты, образовавшиеся под действием γ -облучения. В γ -облученных кристаллах 4*H*-SiC и 6H-SiC *р*-типа, активированных алюминием, методом ЭПР обнаружено 3 типа дефектов, которые обозначены в настоящей работе как $\gamma 1, \gamma 2$ и $\gamma 3$. Эти центры имеют близкие параметры спинового гамильтониана с электронным спином S = 1/2 и характеризуются значительной анизотропией g-факторов; отклонение g-факторов от д-фактора свободного электрона достигает величины ~ 0.04 . Центры $\gamma 1$ имеют симметрию, близкую к аксиальной относительно локальной оси z, ориентированной примерно вдоль одного из направлений связи Si-C, не совпадающей с осью с. Центры $\gamma 2$ и $\gamma 3$ имеют более низкую симметрию, хотя направление вдоль указанных связей также достаточно сильно выражено, при этом величина максимального g-фактора gz уменьшается в ряду от $\gamma 1$ до $\gamma 3$. Интенсивности сигналов ЭПР центров $\gamma 1, \gamma 2$ и $\gamma 3$ зависят от температуры, сигнал $\gamma 1$ был виден при низких температурах 3.5-15 К, тогда как сигналы $\gamma 2$ и $\gamma 3$ наблюдались при более высоких температурах 10-35 и 18-50 К соответственно. Таким образом, имеются сравнительно узкие диапазоны температур, в которых пары спектров могут наблюдаться одновременно, при этом сигналы ЭПР этих центров перед исчезновением при повышении температуры существенно уширяются. Для некоторых ориентаций кристалла обнаружено сверхтонкое взаимодействие неспаренного электрона центра $\gamma 1$ с ядрами изотопа ²⁹Si. Центры $\gamma 1, \gamma 2$ и $\gamma 3$ разрушаются при одной и той же температуре 160°С, и сделан вывод, что сигналы ЭПР этих центров принадлежат дефектам, образующимся в подрешетке С под действием у-облучения. Предполагается, что центры $\gamma 1, \gamma 2$ и $\gamma 3$ имеют общую природу и принадлежат низкотемпературной (у1) и высокотемпературным ($\gamma 2, \gamma 3$) модификациям одного и того же центра. Обсуждаются модели дефекта в виде отрицательно заряженной вакансии углерода или комплекса, включающего примесный атом A1 и атом C, занимающий кремниевую или межузельную позицию.

Авторы благодарны В.В. Емцеву и Д.В. Полоскину за предоставленную возможность γ -облучения кристаллов SiC и за полезные обсуждения, а также И.О. Черноглазовой за проведение ряда измерений и расчетов.

Работа частично поддержана РФФИ по гранту № 00-02-16950.

Список литературы

- [1] G.D. Watkins. In: *Deep Centers in Semiconductors*, ed. by S.T. Pantelides (N.Y., Gordon and Breach, 1986) p. 147 and references therein.
- [2] H. Itoh, A. Kawasuso, T. Ohshima, M. Yoshikava, I. Nashiyama, S. Tanigawa, S. Misawa, H. Okumura, S. Yoshida. Phys. St. Sol. (a), **162**, 173 (1997).
- [3] L.A. de S. Balona. J.H. Loubser. J. Phys. C: Sol. St. Phys., 3, 2344 (1970).
- [4] В.С. Вайнер, В.А. Ильин. ФТТ, 23, 3482 (1982); V.S. Vainer, V.A. Il'in. Sov. Phys. Sol. St., 23, 2125 (1982).
- [5] Н.М. Павлов, М.И. Иглицин, М.Г. Косаганова, В.Н. Соломатин. ФТП, 9, 1279 (1975); [N.M. Pavlov, M.I. Iglitsyn, M.G. Kosaganova, V.N. Solomatin. Sov. Phys. Semicond., 9, 845 (1975)].
- [6] N.T. Son, W.M. Chen, J.L. Lindstrom, B. Monemar, E. Janzen. Mater. Sci. Forum, 264–268, 599 (1998); N.T. Son, P.N. Hai, E. Janzen. Mater. Sci. Forum, 353–356, 499 (2001).
- [7] A. Zywietz, J. Furthmueller, F. Bechsted. Phys. Rev. B, 59, 15166 (1999-I).
- [8] T. Wimbauer, B.K. Meyer, A. Hofstaetter, A. Scharmann, H. Overhof. Phys. Rev. B, 56, 7384 (1997).
- [9] H.J. von Bardeleben, J.L. Cantin, I. Vickridge, G. Battistig. Phys. Rev. B, 62, 10126 (2000-I).
- [10] H.J. von Bardeleben, J.L. Cantin, L. Henry, M.F. Barthe, Phys. Rev. B, 62, 10841 (200-II).
- [11] E. Sorman, N.T. Son, W.M. Chen, O. Kordina, C. Hallin, E. Janzen. Phys. Rev., B, 61, 2613 (2000).
- [12] E.N. Mokhov, Yu.A. Vodakov. Inst. Phys. Conf. Ser. No 155, Ch. 3, 177 (1997) and references therein.
- [13] L.S. Dang, K.M. Lee, G.D. Watkins. Phys. Rev. Lett., 45 (5), 390 (1980).
- [14] P.G. Baranov, I.V. Ilyin, E.N. Mokhov. Sol. St. Commun., 100, 371 (1996).
- [15] A.V. Duijn-Arnold, J. Mol, R. Verberk, J. Schmidt, E.N. Mokhov, P.G. Baranov. Phys. Rev. B, 60, 15829 (1999-I) and references therein.
- [16] I.V. Ilyin, E.N. Mokhov, P.G. Baranov. Mater. Sci. Forum, 353– 356, 521 (2001).
- [17] B.K. Meyer, A. Hofstaetter, P.G. Baranov. Mater. Sci. Forum, 264–268, 591 (1998).
- [18] В.Г. Грачев. ЖЭТФ, 65, 1029 (1987); Sov. Phys. JETP, 65, 1029 (1987).
- [19] D. Volm, B.K. Meyer, E.N. Mokhov, P.G. Baranov. Mater. Res. Soc. Symp. Proc., 339, 705 (1994).
- [20] G.D. Watkins. Phys. Rev. B, 1, 1908 (1970).
- [21] G.D. Watkins. Phys. Rev. B, 13, 2511 (1976).

Редактор Т.А. Полянская

Paramagnetic defects in γ -irradiated silicon carbide crystals

I.V. Ilyin, E.N. Mokhov, P.G. Baranov

loffe Physicotechnical institute, Russian Academy of Sciences, 194021 St. Petersburg, Russia

Abstract Paramagnetic defects have been first observed in γ irradiated SiC crystals. Three types of defects (referred to as $\gamma 1, \gamma 2$ and $\gamma 3$) were found in 4*H*-SiC:Al and 6*H*-SiC:Al *p*-type crystals by the electron paramagnetic resonance technique. All centers have similar spin Hamiltonian parameters, S being 1/2, and are characterized by a significant g-factor anisotropy. The $\gamma 1$ center has nearly axial symmetry with respect to the local z-axis, which is oriented approximately along one of Si-C bonds which does not coincide with the c-axis. The $\gamma 2$ and $\gamma 3$ centers have a lower symmetry, though their orientation along these axes is still pronounced. The highest g-value $[g_{\tau}]$ reduces in a series from $\gamma 1$ to γ 3. The γ 1 signal could be observed at temperatures from 3.5 up to 15 K, γ 2 and γ 3 signals — at 10–35 K and 18–50 K, respectively. For some orientations of the crystal a hyperfine interaction of $\gamma 1$ center with ²⁹Si nuclei was observed. Centers $\gamma 1$, $\gamma 2$ and $\gamma 3$ could be destroyed above 160°C annealing and probably belong to defects in the C sublattice. Assumption is made that $\gamma 1$, $\gamma 2$ and $\gamma 3$ centers have a common nature and belong to low-temperature $(\gamma 1)$ and high-temperature ($\gamma 2$ and $\gamma 3$) modifications of the same defect. The models of defects are being discussed.