# Электронный парамагнитный резонанс акцепторов глубокого бора в кристаллах 4*H*-SiC и 3*C*-SiC

#### © П.Г. Баранов, И.В. Ильин, Е.Н. Мохов

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

(Поступила в Редакцию 30 мая 1997 г.)

Обнаружены и исследованы спектры ЭПР глубокого бора в кристаллах 4H-SiC и 3C-SiC. В кристаллах 4H-SiC наблюдались сигналы ЭПР глубокого бора для двух позиций: квазикубической k и гексагональной h. В обоих случаях симметрия центров глубокого бора близка к аксиальной вдоль c-оси кристалла и анизотропия g-фактора примерно на порядок больше по сравнению с мелким бором. В кристалле 3C-SiC симметрия центров глубокого бора с аксиальной с осью вдоль одного из четырех направлений (111). В качестве модели глубокого бора с акцепторными свойствами предложена структура  $B_{Si} - v_C$ , где  $B_{si} -$  бор, замещающий кремний,  $v_C$  — вакансия углерода, при этом в кристалле 4H-SiC направление  $B_{Si} - v_C$  совпадает с гексагональной осью кристалла как для k, так и для h позиций. В кубическом кристалле 3C-SiC имеются четыре эквивалентных центра глубокого бора, представляющих собой пары  $B_{Si} - v_C$  с направлением связи вдоль одной из четырех осей (111) кристалла.

Карбид кремния находит все большее применение как материал для приборов микроэлектроники, работающих в экстремальных внешних условиях.

Бор, являющийся одной из основных акцепторных примесей в карбиде кремния, создает в запрещенной зоне два уровня, соответствующие двум типам дефектов, связанных с бором (см. [1] и ссылки там). В кристалле 6H-SiC существуют бор с мелким уровнем (мелкий бор) с энергией активации 0.35–0.39 eV и бор с глубоким уровнем (глубокий бор) с энергией активации 0.55–0.75 eV. Оба центра бора были зарегистрированы с использованием емкостных методов (DLTS) [2–4].

Основным и наиболее информативным методом исследования структуры дефектов на атомном уровне является метод электронного парамагнитного резонанса (ЭПР). Недавно в работах [5–7] были обнаружены и исследованы спектры ЭПР глубокого бора в кристаллах 6H-SiC. Ранее ряд анизотропных сигналов, приписанных глубокому бору, наблюдался методом оптически детектируемого магнитного резонанса (ОДМР) [8–10]. Спектры ОДМР были зарегистрированы по изменению интенсивности полосы люминесценции, связанной с глубоким бором в кристаллах 6H-SiC и 4H-SiC.

Гексагональный политип 4*H*-SiC и кубический политип 3*C*-SiC являются наиболее перспективными модификациями карбида кремния для практических применений. Кроме того эти политипы имеют сравнительно простую кристаллическую решетку, что представляется весьма важным для выяснения микроскопической структуры центров глубокого бора. В настоящей работе глубокий бор обнаружен и изучен методом ЭПР в кристаллах 4*H*-SiC и 3*C*-SiC.

### 1. Методика эксперимента

Исследовались образцы SiC, политипов 4*H* и 3*C*, выращенные методом Лели и сублимационным сэндвич-методом [11]. В последнем случае рост велся в вакууме при температуре  $1850-2000^{\circ}$ С. Скорость роста составляла 0.8–1 mm/h. Управляемое получение политипа обеспечивалось путем изменения стехиометрического состава паровой фазы. При обогащении системы парами кремния росли кристаллы 3*C*-SiC. Напротив, сдвиг состава паровой фазы в сторону обогащения углеродом, достигаемый путем введения паров олова, приводил к росту кристаллов 4*H*. Выращиваемые кристаллы были *n*-типа проводимости с концентрацией нескомпенсированной донорной примеси  $5 \cdot 10^{16} - 3 \cdot 10^{18}$  сm<sup>-3</sup>.

Бор является быстро диффундирующей примесью в карбиде кремния [12]. Поэтому, как правило, исследовались образцы, легированные бором путем диффузии. Диффузия проводилась в контейнерах из вауумноплотного графита при температуре 1900–2300°С. Время диффузии варьировалось от 0.5 до 5 h. В качестве источника диффундирующей примеси использовались бор, а также изотопы бора <sup>10</sup>В или <sup>11</sup>В. После диффузии с образца удалялся приповерхностный сильно легированный бором слой порядка 0.010 mm с концентрацией >  $5 \cdot 10^{18}$  сm<sup>-3</sup>. Отметим, что кристаллы 3*C*-SiC хорошего качества не трансформировались в гексагональные политипы в процессе высокотемпературного отжига.

#### 2. Результаты экспериментов

1) Гексагональный кристалл 4*H*-SiC. Спектры ЭПР кристалла 4*H*-SiC, в который была проведена диффузия <sup>11</sup>В, показаны на рис. 1. Спектры зарегистрированы при разных ориентациях магнитного поля относительно гексагональной (*с*-оси) кристалла при температуре 4 К. Вращение производилось в плоскости  $\{11\overline{2}0\}$  кристалла. Как было показано ранее для кристалла 6*H*-SiC [5–7] низкополевая часть спектра принадлежит центрам глубокого бора. Эта часть спектра отмечена на рис. 1 горизонтальной линией, указывающей примерную область магнитных полей, в которой находится сигнал ЭПР глубокого бора при разных ориентациях. Сигналы,



Рис. 1. Ориентационная зависимость спектров ЭПР глубокого бора в кристалле 4H-SiC:11B, зарегистрированная в Х-диапазоне при температуре 4.2 К. Вращение производилось в плоскости {1120} кристалла. Вертикальными метками показаны крайние компоненты сверхтонкой структуры азота.

принадлежащие центрам глубокого бора, обозначены как dB (deep boron — dB). В отличие от политипа 6*H*-SiC. в 4*H*-SiC наряду с гексагональной позицией (*h*) имеется только одна квазикубическая позиция (k) и это обстоятельство проявляется в спектре ЭПР, представленном на рис. 1. Сигналы, принадлежащие центрам глубокого бора в h и k позициях характеризуются примерно одинаковой интенсивностью, тогда как в случае кристалла 6H-SiC сигнал с меньшим g фактором, принадлежащий двум квазикубическим положениям с практически совпадающими g-факторами, примерно в два раза интенсивнее [5-7]. Таким образом, настоящие исследования позволяют однозначно отнести сигнал с максимальным g фактором к гексагональной позиции, а второй — к квазикубической.

Высокополевая часть спектра ЭПР, которая отмечена на рис. 1 символом sB, соответствует мелкому бору (shallow boron — sB), а две почти изотропные линии с расщеплением ~ 3.6 mT принадлежат крайним сверхтонким компонентам доноров азота (от внутренней части кристалла, которая не была полностью скомпенсирована в процессе диффузии бора).

В спектрах ЭПР на рис. 1 для углов 20-40° между направлением магнитного поля В и с-осью кристалла видна разрешенная структура, обусловленная сверхтонким взаимодействием (СТВ) неспаренного электрона с ядром <sup>11</sup>В. Природный бор содержит два стабильных изотопа: <sup>10</sup>В (природное содержание 19.8%) и <sup>11</sup>В (80.2%), имеющих ядерные спины (1) 3 и 3/2, соответственно. На рис. 1 показан спектр ЭПР, наблюдавшийся в кристалле 4*H*-SiC с примесью изотопа <sup>11</sup>В. В этом случае спектр должен состоять из одной или нескольких групп линий по четыре эквидистантных линии сверхтонкой структуры в каждой группе. Качественно именно такая ситуация наблюдается на рис. 1 для углов 20-50°. Для углов близких к 0°, разрешение исчезает и наблюдаются только две перекрывающиеся широкие линии. Измерения, сделанные на более высоких частотах для кристаллов 6H-SiC, показали, что существует некоторый разброс в *g*-факторах, который для ориентаций, близких к **B**  $\parallel c$ , приводит к исчезновению разрешения в спектре. Величины расщеплений сверхтонкой структуры при  $\theta = 35^{\circ}$ равны  $\sim 2$  и  $\sim 3$  mT для сигналов dB(h) и dB(k), соответственно.

Спектры ЭПР глубокого бора, представленные на рис. 1, могут быть проанализированы с помощью следующего спинового гамильтониана:

$$H = \mu_B \mathbf{BgS} + \mathbf{SAI} - g_I \mu_N \mathbf{BI}, \tag{1}$$

где электронный и ядерный (для <sup>11</sup>B) спины равны S = 1/2 и I = 3/2, соответственно; **g** и **A** — тензорные величины, характеризующие электронный g-фактор и СТВ с ядром бора;  $\mu_B$  — магнетом Бора,  $g_I$  — ядерный g-фактор <sup>11</sup>В. Спектры приближенно характеризуются аксиальной симметрией с осью, направленной вдоль c-оси кристалла. При температуре 4 К  $g_{\parallel} = 2.029$  и



Рис. 2. Температурная зависимость спектра ЭПР глубокого бора в кристалле 4H-SiC:<sup>11</sup>B, зарегистрированная в Х-диапазоне в ориентации  $\mathbf{B} \parallel c$ .



**Рис. 3.** Ориентационная зависимость спектров ЭПР глубокого бора в кристалле 3*C*-SiC:<sup>11</sup>B, зарегистрированная в *X*-диапазоне при температуре 4.2 К. Вращение производилось вокруг оси (110) кристалла.

2.024 для h- и k-позиций глубокого бора, соответственно,  $g_{\perp} \cong 2.0$ . На рис. 2 приведена температурная зависимость спектра ЭПР глубокого бора в кристалле 4H-SiC:<sup>11</sup>B, зарегистрированная в Х-диапазоне в ориентации В || с. Как видно из рис. 2, с повышением температуры линии ЭПР глубокого бора сдвигаются в сторону высоких магнитных полей, т.е. g-фактор g с увеличением температуры уменьшается и приближается к 2.0. Подобный эффект ранее наблюдался для центров глубокого бора, глубокого алюминия и глубокого галлия [6,7]. По-видимому, с повышением температуры сначала исчезают спектры глубокого бора, относящиеся к h-позиции dB(h), а затем при температуре выше 30 К исчезают сигналы ЭПР глубокого бора, относящиеся к k-позиции dB(k), и наблюдается только спектр ЭПР мелкого бора.

2) К у б и ч е с к и й к р и с т а л л 3*C*-SiC. На рис. 3 представлена ориентационная зависимость спектров ЭПР, наблюдавшаяся в кристалле 3*C*-SiC:<sup>11</sup>B. Спектры зарегистрированы в *X*-диапазоне при температуре 4 К. Вращение кристалла производилось вокруг оси  $\langle 110 \rangle$  кристалла. Видно, что спектры существенно анизотропны. Наиболее простой спектр наблюдается в ориентации **B** ||  $\langle 100 \rangle$ , что обычно в кубическом кристалле свидетельствует о том, что главной осью симметрии дефекта является направление  $\langle 111 \rangle$ . Низкополевая часть спектра, состоящая из одной группы из четырех линий, указанных метками на рис. 3 для ориентации **В** || (100), принадлежит глубокому бору, тогда как более интенсивный высокополевой сигнал обусловлен мелким бором. Расщепление на четыре линии с расстоянием между линиями порядка 0.3 mT обусловлено сверхтонким взаимодействием, что однозначно следует из приведенных ниже экспериментов с кристаллами 3*C*-SiC:<sup>10</sup>B. При замене изотопа<sup>11</sup>В на <sup>10</sup>В спектр должен существенно измениться, так как для этого изотопа сверхтонкая структура будет представлять собой семь неразрешенных компонент с расстоянием между ними в три раза меньшим по сравнению с изотопом <sup>11</sup>В, то есть должна наблюдаться одна неразрешенная широкая линия. Однако общая ширина этой линии будет несколько уже, чем огибающая линия для <sup>11</sup>В в случае спектра с неразрешенной сверхтонкой структурой. На рис. 4 приведены спектры ЭПР, которые наблюдались в кристалле 3C-SiC с примесью <sup>10</sup>В. Как и ожидалось, в спектрах ЭПР, приписываемых нами глубокому бору, разрешенная структура, наблюдавшаяся для некоторых углов на рис. 3, исчезла, например для ориентации **В** || (100) центр неразрешенной линии указан стрелкой, а для ориентаций, близких к **В** || (111), перекрывающиеся неразрешенные линии несколько сузились. Таким образом, указанный спектр действительно связан с бором. Сравнительный анализ спектров, приведенных на рис. 3 и 4, позволяет разделить расщепления линий, обусловленные сверхтонким взаимодействием и анизотропией g-факторов из-за наличия магнитно-неэквивалентных позиций центров глубокого бора. К сожалению в Х-диапазоне не представляется



**Рис. 4.** Ориентационная зависимость спектров ЭПР глубокого бора в кристалле 3C-SiC: <sup>10</sup>В, зарегистрированная в *X*-диапазоне при температуре 4.2 К. Вращение производилось вокруг оси  $\langle 110 \rangle$  кристалла.



**Рис. 5.** Температурные зависимости спектров ЭПР глубокого бора в *X*-диапазоне, зарегистрированные в кристалле 3*C*-SiC:<sup>11</sup>В в ориентации **B**  $\parallel \langle 111 \rangle (a)$  и в кристалле 6*H*-SiC:<sup>11</sup>В в ориентации **B**  $\perp c(b)$ .

возможным найти все параметры спинового гамильтониана для глубокого бора. Оценки показывают, что симметрия центров близка к аксиальной с осью симметрии вдоль направления (111) и *g*-фактором вдоль этой оси g<sub>∥</sub> ≈ 2.025. Как и в случае гексагональных политипов SiC,  $g_{\perp} \cong 2.0$ . Имеются определенные трудности с расшифровкой спектров ЭПР Х-диапазона в 3C-SiC, так как ширины линий ЭПР глубокого бора сравнимы со сдвигами линий в разных ориентациях. Пока мы не имеем возможности однозначно утверждать связаны ли двойные линии, наблюдавшиеся для ориентаций, близких к **В** || (111), на рис. 3 и 4 с более низкой симметрией центров чем аксиальная (подобное понижение симметрии для глубокого бора наблюдалось нами в 6H-SiC [5-7]) либо присутствием примеси фазы 6H-SiC в кристалле, которая могла частично образоваться в процессе высокотемпературной диффузии бора. На рис. 3 отчетливо видна дополнительная сателлитная линия со стороны высоких магнитных полей, положение которой зависит от ориентации, при этом максимальное поле для ее положения зарегистрировано в ориентации **В** || (111). При этом расстояние линии от положения g = 2.0 составляет примерно 1.5 mT. На рис. 5, а представлена температурная зависимость спектра ЭПР глубокого бора в кристалле  $3C-SiC:^{11}B$ , зарегистрированная в X-диапазоне в ориентации **В** || (111). Как видно из рисунка, температура исчезновения спектров ЭПР глубокого бора (около 20 К) полностью коррелирует с температурой исчезновения сателлитной линии, что указывает на принадлежность этой линии глубокому бору. Подобная сателлитная линия наблюдалась и в кристаллах 6*H*-SiC для ориентаций, близких к **B**  $\perp$  *c*, при этом на основании экспериментов в кристаллах 6*H*-SiC, обогащенных изотопом <sup>13</sup>C [5–7], было однозначно показано, что эта линия не связана с суперсверхтонким взаимодействием с <sup>13</sup>C. На рис. 5, *b* для сравнения приведена температурная зависимость спектра ЭПР глубокого бора в кристалле 6*H*-SiC:<sup>11</sup>B, зарегистрированная в *X*-диапазоне в ориентации **B**  $\perp$  *c*. На этом рисунке можно, по-видимому, выделить и вторую низкополевую компоненту с расщеплением между компонентами порядка 3 mT.

## 3. Обсуждение результатов

В работах [5–7] на основании симметрии глубокого бора, близкой к аксиальной, сильной анизотропии спектров ЭПР глубокого бора по сравнению с мелким бором и результатов исследований спектров ЭПР глубокого бора в кристаллах, обогащенных изотопом <sup>13</sup>С, был сделан вывод о том, что в кристаллах 6H-SiC глубокий бор в акцепторном состоянии представляет собой пару  $B_{Si}-v_C$  с направлением связи вдоль *с*-оси кристалла как для гексагональной, так и для двух квазикубических позиций. Результаты исследований в настоящей работе свидетельствуют о том, что в кристалле 4H-SiC глубокий бор в акцепторном состоянии также представляет собой пару  $B_{Si}-v_C$  с направлением связи вдоль *с*-оси кристалла как для гексагональной, так и для квазикубических позиции. Подобная модель может быть использована и

для кубического 3*C*-SiC, однако при этом в кристалле имеются четыре эквивалентных центра глубокого бора, представляющих собой пары  $B_{Si}-v_C$  с направлением связи вдоль одной из четырех осей (111) кристалла.

Следует отметить одно важное обстоятельство. Ранее на основе анализа механизма диффузии бора в SiC был сделан вывод о том, что диффузионно подвижными состояниями бора являются ассоциаты ( $B_C - v_C$ ). Однако с такой конфигурацией трудно связать наблюдавшиеся спектры ЭПР для глубокого бора. Можно предположить, что подвижные ассоциаты, генерируемые в приповерхностном слое образца в значительной степени диссоциируют в процессе диффузионного отжига с освобождением  $v_C$ , захватываемой затем  $B_{Si}$  с образованием более прочного ассоциата  $B_{Si} - v_C$ .

Причиной уширения линий в ориентации **B** || c (**B** ||  $\langle 111 \rangle$  в 3*C*-SiC) и как следствие резкого уменьшения интенсивности спектра ЭПР в этой ориентации, может служить разброс *g*-факторов *g*<sub>||</sub>, вызванный напряжениями в кристалле. Возможно, наблюдавшиеся нами сателлитные линии обусловлены суперсверхтонким взаимодействием с <sup>29</sup>Si. Для окончательного выяснения электронной структуры центров глубокого бора необходимо проведение исследований методами двойного электронно-ядерного резонанса на высоких ЭПР частотах, а также эксперименты с кристаллами SiC, обогащенными изотопом <sup>29</sup>Si.

Работа была частично поддержана Фондом Фольксвагена (VW Foundation) по гранту N *I*/70958 и Российским фондом фундаментальных исследований по гранту № 96-02-16927.

#### Список литературы

- G. Pensl, R. Helbig. Festkoerperprobleme: Advances in Solid State Physics / Ed. U. Roessler. Vieweg, Braunschweig (1990).
- [2] М.М. Аникин, А.А. Лебедев, А.Л. Сыркин, А.В. Суворов. ФТП 19, 69 (1985).
- [3] W. Suttrop, G. Pensl, P. Laning. Appl. Phys. A51, 231 (1990).
- [4] В.С. Балландович, Е.Н. Мохов. ФТП 29, 370 (1995).
- [5] P.G. Baranov, E.N. Mokhov. Semicond. Sci. Technol. 11, 489 (1996); П.Г. Баранов, Е.Н. Мохов. ФТТ 38, 5, 1446 (1996).
- [6] P.G. Baranov, I.V. Ilyin, E.N. Mokhov. Solid State Commun. 100, 371 (1996).
- [7] P.G. Baranov. Defect and Diffusion Forum **148–149**, 129 (1997).
- [8] Н.Г. Романов, В.А. Ветров, П.Г. Баранов, Е.Н. Мохов, В.Г. Одинг. Письма в ЖТФ 11, 483 (1985).
- [9] P.G. Baranov, N.G. Romanov, V.A. Vetrov, V.G. Oding. Proc. 20th Int. Conf. on the Physics of Semiconductors / Ed. E.M. Anastassakis and J.D. Joannopoulos. World Scientific. Singapore (1990). V. 30. P. 1855.
- P.G. Baranov, N.G. Romanov. Appl. Mag. Res. 2, 361 (1991);
  P.G. Baranov, N.G. Romanov. Mat. Sci. Forum 83–87, 1207 (1992).

- [11] Yu.A. Vodakov, E.N. Mokhov, M.G. Ramm, A.D. Roenkov. Krist. Techn. 14, 729 (1979).
- [12] Yu.A. Vodakov, E.N. Mokhov. Diffusion and Solubility of Impurities in Silicon Carbide: Silicon Carbide-1973. South Carolina Univ. Press. (1974). P. 508–519.