

## ВЛИЯНИЕ ТЕМПЕРАТУРЫ ОТЖИГА ИМПЛАНТИРОВАННОГО ХЛОРОМ КРЕМНИЯ НА ОБРАЗОВАНИЕ ЭЛЕКТРИЧЕСКИ АКТИВНЫХ КОМПЛЕКСОВ

Омельяновская Н. М., Краснобаев Л. Я.

Исследовано влияние температуры отжига на электрофизические свойства *n*- и *p*-типа кремния, имплантированного хлором с энергией 200 кэВ и дозами  $1 \cdot 10^{13}$  и  $1 \cdot 10^{15}$  см<sup>-2</sup>. Измерения профиля распределения носителей заряда и слоевого сопротивления структур после отжига при  $T = 350\text{--}1000^\circ\text{C}$  показали, что хлор образует с радиационными дефектами электрически активные комплексы, которые в зависимости от температуры обработки могут быть как донорного, так и акцепторного типа.

Большое количество технологических процессов микроэлектроники сопровождается взаимодействием хлора и хлоросодержащих соединений с монокристаллическим кремнием: газовое и плазмохимическое травление, эпитаксия, «хлорное» окисление, формирование *p*—*n*-переходов имплантацией молекулярных ионов хлоридов. Эти процессы сопровождаются внедрением атомов хлора в приповерхностную область монокристалла. В этой связи возникает вопрос о влиянии Cl на электрофизические свойства кремния. В [1] показано, что ионная имплантация Cl в кремний *p*-типа приводит к образованию *p*—*n*-перехода. Процесс активации атомов В в слоях, последовательно имплантированных ионами Cl<sup>+</sup> и В<sup>+</sup> либо ионами ВCl<sup>+</sup>, имеет характер, отличный от активации В в слоях, имплантированных только ионами В<sup>+</sup> [2-4].

Цель нашей работы состояла в исследовании влияния температуры отжига на электрофизические свойства кремния, имплантированного хлором.

В работе использовались кремниевые пластины, выращенные по методу Чохральского, с ориентацией поверхности (100) *n*-типа проводимости, легированные фосфором с концентрацией  $1 \cdot 10^{15}$  см<sup>-3</sup>, и *p*-типа, легированные бромом с концентрацией  $1.8 \cdot 10^{15}$  см<sup>-3</sup>. Ионная имплантация проводилась на установке «НВЕЕ-500». Ионы Cl<sup>+</sup> имплантировались с энергией 200 кэВ дозами  $1 \cdot 10^{13}$  и  $1 \cdot 10^{15}$  см<sup>-2</sup>, причем последняя превышает дозу аморфизации кремния. После имплантации образцы изохронно отжигались в печи в атмосфере аргона в течение 30 мин.

Измерение слоевого сопротивления проводилось на четырехзондовой установке FPP-100 «Вессо». Профили распределения носителей в кристаллах, имплантированных ионами Cl<sup>+</sup> с дозой  $1 \cdot 10^{13}$  см<sup>-2</sup>, определялись из *C*—*V*-характеристик барьеров Шоттки, которые формировались вакуумным напылением Au на структуры *n*-типа и напылением Al на структуры *p*-типа проводимости.

Чтобы убедиться в том, что наблюдавшиеся нами изменения концентрации носителей связаны непосредственно с имплантацией Cl, исходные пластины кремния отжигались в тех же условиях, что и имплантированные ионами Cl<sup>+</sup>.

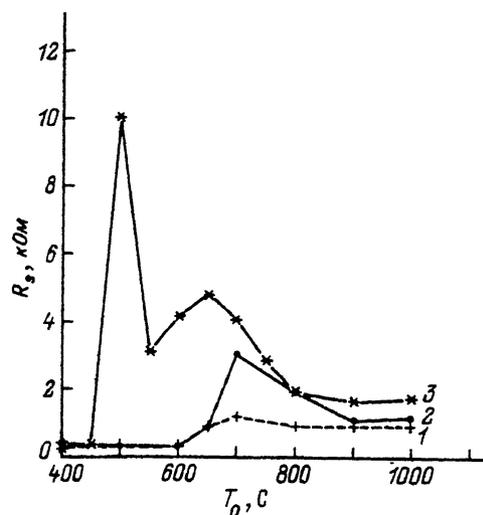


Рис. 1. Зависимость  $R_s$  для образцов кремния  $p$ -типа ( $N = 1.8 \cdot 10^{15} \text{ см}^{-3}$ ) от температуры изохронного отжига.

1 — неимплантированный образец, имплантированные ионами  $\text{Cl}^+$  с энергией 200 кэВ и дозами,  $\text{см}^{-2}$ : 2 —  $10^{15}$ , 3 —  $10^{15}$ .

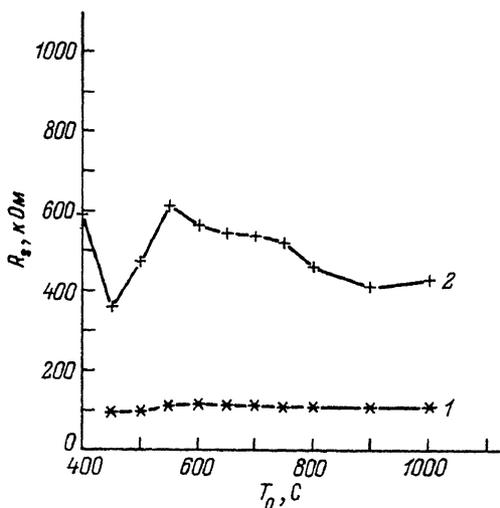


Рис. 2. Зависимость  $R_s$  для образцов кремния  $n$ -типа ( $N = 1.0 \cdot 10^{15} \text{ см}^{-3}$ ) от температуры изохронного отжига.

1 — неимплантированный образец; 2 — образец, имплантированный ионами  $\text{Cl}^+$  с энергией 200 кэВ и дозой  $D = 10^{15} \text{ см}^{-2}$ .

На рис. 1, 2 представлены зависимости изменения слоевого сопротивления имплантированных и неимплантированных ионами  $\text{Cl}^+$  структур  $n$ - и  $p$ -типа, последовательно с шагом  $50^\circ\text{C}$  подвергавшихся термообработке в диапазоне температур от  $350$  до  $1000^\circ\text{C}$ .

Как видно из кривых 1 рис. 1, 2, сопротивление неимплантированных кристаллов под воздействием термообработок меняется незначительно и качественно отличается от характера изменения сопротивления образцов, имплантированных ионами  $\text{Cl}^+$ .  $C-V$ -измерения показали, что термообработки во всем исследовавшемся диапазоне температур не приводят к изменению профиля распределения носителей в неимплантированных образцах.

Увеличение сопротивления структуры  $p$ -типа, имплантированной дозой  $1 \cdot 10^{15} \text{ см}^{-2}$  после отжига при  $T = 500^\circ\text{C}$  (рис. 1, кривая 3), свидетельствует об образовании  $p-n$ -перехода. Последующий ход кривой в диапазоне температур  $550-650^\circ\text{C}$  носит характер обратного отжига. Дальнейший отжиг при более высоких температурах приводит к уменьшению и стабилизации сопротивления структуры. Зависимость  $R_s(T)$  для образца с дозой имплантации  $1 \cdot 10^{13} \text{ см}^{-2}$  носит сходный характер (рис. 1, кривая 2). Однако эта кривая сдвинута в область более высоких температур, что объясняется, по-видимому, меньшей концентрацией  $\text{Cl}$  в имплантированной области, а также отсутствием процессов аморфизации и рекристаллизации в приповерхностном слое, которые имеют место при дозе имплантации  $1 \cdot 10^{15} \text{ см}^{-2}$ .

Слоевое сопротивление имплантированных  $\text{Cl}$  кристаллов  $n$ -типа (рис. 2, кривая 2) при отжиге изменяется незначительно и свидетельствует об отсутствии  $p-n$ -перехода.

Профили распределения носителей в образцах после отжига при  $T = 650-1000^\circ\text{C}$  приведены на рис. 3 для кристаллов  $n$ -типа проводимости и на рис. 4 для кристаллов  $p$ -типа.

Для интерпретации полученных результатов, по-видимому, надо предположить, что во время отжига имплантированный в кремний  $\text{Cl}^+$  способен образовывать электрически активные комплексы с дефектами, индуцирован-

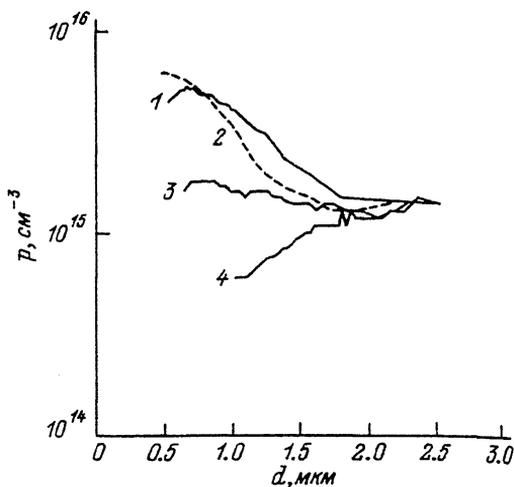
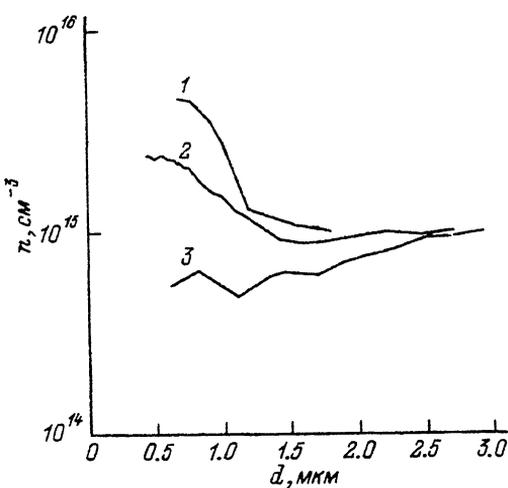


Рис. 3. Профили носителей заряда в кремнии  $n$ -типа, имплантированном ионами  $\text{Cl}^+$  с энергией  $2\text{Rk}$  кэВ и дозой  $1\text{R}^{13}$   $\text{см}^{-2}$  для различных температур изохронного отжига.

$T$ , °C: 1 — 1000, 2 — 650, 3 — 800;  $n$  — концентрация носителей,  $d$  — глубина.

Рис. 4. Профили носителей заряда в кремнии  $p$ -типа, имплантированном ионами  $\text{Cl}^+$  с энергией  $2\text{Rk}$  кэВ и дозой  $1\text{R}^{13}$   $\text{см}^{-2}$  для различных температур изохронного отжига.

$T$ , °C: 1 — 900, 2 — 800, 3 — 700, 4 — 1000;  $p$  — концентрация носителей,  $d$  — глубина.

ными ионной имплантацией. На то, что образование дополнительных носителей заряда обусловлено ионизацией комплексов, включающих в себя атомы  $\text{Cl}$ , указывает профиль распределения этих носителей, который коррелирован с распределением атомов  $\text{Cl}$ : в ряде случаев носители заряда имеют гауссово и близкое к нему распределение (рис. 3, 4), подобное гауссову распределению имплантированного  $\text{Cl}$ .

При изменении температуры отжига происходит трансформация спектра вторичных радиационных дефектов. Их взаимодействие с атомами  $\text{Cl}$  сопровождается изменением типа комплексов  $\text{Cl}$ —радиационный дефект, которые могут быть как донорного, так и акцепторного типа. Это в свою очередь приводит к изменению профиля распределения дополнительных носителей заряда в полупроводнике. Измеренная концентрация носителей заряда в имплантированном слое ( $\sim 1 \cdot 10^{11} - 1 \cdot 10^{12}$   $\text{см}^{-2}$ ) не соответствует дозе имплантации  $\text{Cl}$  ( $1 \cdot 10^{13}$   $\text{см}^{-2}$ ). Как известно [2], при  $T > 700$  °C атомы  $\text{Cl}$  приобретают тенденцию диффундировать к поверхности кристалла и покидать его. В связи с этим в кристалле уменьшается интегральная концентрация  $\text{Cl}$ , что в свою очередь также может сказываться на процессах образования и трансформации хлоросодержащих комплексов.

Из результатов работы следует, что при формировании  $p$ — $n$ -переходов имплантацией молекулярных ионов  $\text{BCl}^+$ ,  $\text{PCl}^+$  и т. п. необходимо учитывать, что профиль носителей заряда и соответственно глубина  $p$ — $n$ -перехода определяются не только распределением легирующей примеси, но и распределением электрически активных хлоросодержащих комплексов в имплантированной области, которое определяется режимами термообработки.

Авторы выражают признательность В. Н. Мордковичу за проявленный интерес к работе и обсуждение ее результатов, В. А. Данилову и Д. К. Старостину за содействие в осуществлении эксперимента.

## СПИСОК ЛИТЕРАТУРЫ

- [1] Meyer O. // IEEE Trans. Nucl. Sci. 1968. V. 15. P. 232—238.
- [2] David G. Beanland // Sol. St. Electron. 1978. V. 21. P. 537—547.
- [3] Fuse G., Hirao T., Inoue K., Takayanagi S., Yaegashi Y. // J. Appl. Phys. 1982. V. 53. N 5. P. 3650—3653.
- [4] Delfino M., Lunnon M. E. // J. Electrochem. Soc. 1985. V. 132. N 2. P. 435—440.

Институт проблем технологии микроэлектроники  
особочистых материалов  
РАН  
Черноголовка

Получена 12.11.1991.  
Принята к печати 13.02.1992

