パルスレーザー照射欠陥の観察(TEM)

門野武¹⁾ · 黒木正子²⁾ · 明石義人³⁾

Observation of Defects Induced by Pulse-Laser Irradiation and their Gettering Effect by Transmission Electron Microscope

Takeshi KADONO, Masako KUROKI, Yoshito AKASHI

Abstract

Defects induced by Pulse-laser irradiation are observed by the transmission electron microscope (TEM). The specimens irradiated by a pulse-laser reveal groups of many stacked dislocations. These Defects exist in a quite local manner. After the intentional contamination by the Cu diffusion, many disk-like images attached to the dislocation or the stacking fault are observed. The disks are determined to be Cu precipitates, by the analyses by diffraction pattern and energy dispersive X-ray spectroscopy (EDX).

Key Words:

pulse-laser, gettering, dislocation ,transmission electron microscope

1. はじめに

Si 結晶は,半導体回路の主要な基板材料として用い られ,産業の発展と共に用途も幅広くなっている。現 在,半導体デバイスは超微細加工技術の発展により高 集積化・高速化・多機能化が加速的に進められてお り,Si ウェハーに求められる仕様は一層厳しいものと なっている。

結晶成長技術の進歩に伴って,大口径ウェハーを用い た半導体の生産が可能になった。この傾向はさらに進 んでおり,現在,直径 12inch(30cm)ウェハーが主流にな っているが近い将来,技術がさらに進歩して,直径 15inch(45cm)とさらにウェハーの直径は大きくなると 予想される。しかし,ウェハーが大きくなるにつれてウ ェハーに重力による反りや曲りが生じやすくなる。

1) 応用物理学専攻大学院生

- 2) 材料物理工学科助教
- 3) 材料物理工学科教授

この反りや曲りで発生する転位により電気的特性 の劣化や微細加工が難しくなるなどの問題が生じる。 その為,ウェハーの大口径化技術が進むにつれて益々 機械的強度を高く保つことが重要となる。

また,半導体デバイスを製造するにあたり,デバイス 特性に直接影響を与える代表的なものにウェハー表 面の清浄度がある。この清浄度を下げる要因の1つに 金属汚染がある。デバイス製造工程において,Fe・Cu などの重金属不純物が Si ウェハーに侵入して表面を 汚染することは避けられない。このようなことが起こ るとデバイス特性が低下し,結果的に製品の歩留りの 低下に繋がる。このような重金属不純物をデバイス領 域から除去する方法として,ゲッタリングがある。ゲッ タリングとは,酸素析出欠陥形成などウェハー結晶の 特性を利用しウェハー裏面にゲッターサイトを形成 し,不純物を捕獲する手法である。本研究は,パルスレ ーザー照射を用いた新しいゲッタリング技術はレーザ ー照射の際に生じた圧縮応力波を利用するので Si 以 外の材料にも利用可能という利点をもっている。また, この技術で生成される欠陥はデバイス領域の重金属 不純物捕獲とウェハーの機械的強度の向上において きわめて有効な手法である。

これまでの研究で,パルスレーザー照射欠陥のゲッ タリング効果については ESCA と EDX 付き SEM を, ウェハーの強度向上についてはビッカース硬度試験 機を用いて,欠陥の観察には透過型電子顕微鏡を用い て¹評価,研究を行ってきた。

パルスレーザー照射後 1000℃・30 分の熱処理によ り生成欠陥を熱緩和し,Cu による故意汚染を行うこと で約 400µm 付近に Cu 原子が多く検出されていること が分かっている。しかし,レーザー照射欠陥が Cu 原子 をどのように捕獲しているかは十分には分かってい ない。

一方,ビッカース試験機を利用した研究では,レーザ ー照射欠陥とその後の熱処理の影響で転位移動量に 変化は表れたが,照射欠陥がそれにどのように関わっ ているか分からない。

本研究では、ゲッタリングや強度に関するこれまで の実験結果を踏まえ、レーザー照射や熱処理により発 生する欠陥及び欠陥による Cu 原子のゲッタリングの 状況を透過型電子顕微鏡により観察し、エネルギー分 散型 X 線分析装置と合わせて欠陥による Cu ゲッタリ ングを検討する。

2. 実験方法

2.1 試料作製工程

試料として厚さ 740μm の Cz-Si(100)を用いた。試料 の処理工程は以下の通りである。まず,Si ウェハーにパ ルスレーザーを照射して欠陥を生成する。パルスレー ザーの波長は 532nm,パルス時間 7nsec,照射エネルギー は 120mJ である。その後,生成した欠陥を緩和させる 為に電気炉で 1000℃・30 分の熱処理を行った。また, ゲッタリング効果を観察する為に,試料表面に 50Å程 度の Cu を付着させて 700℃,6 時間の熱処理を行い,試 料全体に拡散させた。 以上のすべての工程を行ったものをゲッタリング 試料,レーザー照射だけ行ったものをレーザー試料,レ ーザー照射をせず 1000℃,30 分の熱処理を行ったもの を熱処理試料,全ての工程を行わなかったものを Blank 試料とした。また,特定の深さを観察する為にこの試料 から TEM 試料を慎重に作成した。

2.2 TEM 観察位置の決定

2.2.1 観察する深さの決定

まず,観察する試料の深さを決めた。決める際に本年 度の日 "氏の修士論文²⁾を用いた。下図に ESCA 測定 から得られたゲッターされた Cu/Si 強度比の試料深さ 依存性のグラフを示す。



図1から判るように,深さ400µmの所でCu/Si強度比 がはっきりと高くなっておりCuが多くゲッターされ ていることがわかる。よって,本実験では表面より 400µmの深さに絞って観察を行った。

2.2.2 観察する場所の決定

次に,観察する深さにおける TEM 試料を作製する場 所を決めた。下図に深さ 400μm における ESCA 測定で の Cu/Si 強度比と測定位置の照射痕からの距離との関 係をグラフに示す。



図2よりレーザー照射痕よりむしろ離れた場所に多 く Cu がゲッターされていることが分かる。したがっ て,観察場所を照射痕からわざと離れた場所にとった。

3. 観察結果・考察

3.1 Blank 試料の観察

何も処理していない Blank 試料を表面から 400μmの 深さで観察した。これは,本実験で使用した試料には 元々欠陥が入っている可能性があるので必要な観察 である。

Blank 試料を倍率 10000 倍で観察すると写真 1 のように細い線状の欠陥が観察された。この欠陥は,この深 さで多数観察された。Blank 試料には元々この様な欠 陥が存在しており,このようなタイプ以外の欠陥は観 察できなかった。

写真 1 の観察場所の回折パターンを写真 2 に示す。 この回折パターンは図 3 に示す図と同様なダイヤモン ド構造の代表的なパターンを示している。また,このよ うな Si 以外のスポットは確認できていないので線状 の欠陥付近に Si 以外の微小な結晶粒はないことが分 かる。



3.2 レーザー照射試料の観察

パルスレーザー照射のみを施した試料の観察を行った。Blank 試料で観察された欠陥とは明らかに異なる欠陥が観察された。特徴として、欠陥が幅は持ってお

り,その伸びている方向は<100><110>方向が多い ことが分かった。大きさは小さいものから大きなもの まで多種多様であった。写真4では,欠陥先端付近で< 110>方向に並んで伸びている転位が観察される。こ のことにより,写真3 に見られる欠陥には転位が集中 して存在していると考えられる。これらの欠陥は単独 や集団で存在していた。よって,レーザー照射により生 じる欠陥は,局所的であり,恐らく転位の集合体である と推定される。



3.3 熱処理試料の観察

熱処理試料(熱処理条件 1000℃・30 分)のみを施した 試料の観察を行った。この試料では写真 5・6 に見ら れるような丸い析出物と思われる集合体が観察でき た。この試料には,Cu 故意汚染を施していないので,こ の集合体は試料の素性より酸素析出物ではないかと 考えらえる。また,この析出物は<110>方向に列を成 しており,転位などの欠陥付近に集まっているのでは ないかと推定される。これらの析出物は,熱処理だけに より生じたと考えられる。



3.4 ゲッタリング試料の観察

パルスレーザー照射後,熱処理(1000℃・30分)を行い, その後故意汚染(Cu スパッタ 50Å・熱処理(700℃・6 時間))を行った試料を観察する。本実験では,Cuのスパ ッタ量を従来より少し増やす事で Cu 析出の効果が一 層はっきりと分かるように工夫した。

3.4.1 積層欠陥によるゲッタリングの観察

3.4.1.1 TEM 像の観察

写真 7・8 は,欠陥を撮影したものである。この写真 の欠陥の特徴として欠陥に幅があり,欠陥内部に薄い 縞状のコントラストが確認できる。これは積層欠陥像 の特徴と一致している。右側の積層欠陥は欠陥の伸び ている方向が<100>から途中で<110>へ変化して いる。また,中央の 2 つの積層欠陥に挟まれた部分にこ れまでの写真で観察できなかった数個の黒い円盤状 の像が観察される。丸で囲まれた部分を拡大すると一 層はっきりと確認できる。黒い円盤状の像は,積層欠陥 の境界上に存在していることが分かる。



3.4.1.2 電子回折像による解析

この黒い円盤状の像が Cu の析出であると考え,それ を確認する為に制限視野回折パターンを撮影した。写 真9は写真8 での回折パターンである。制限視野なの で薄くではあるが Blank 試料の場合と同様な回折パタ ーンを確認できた。それとは別の Blank 試料の回折パ ターンと異なるスポットは確認できなかった。従って, 回折パターンだけから黒い円盤状の像が Cu であると 確認することはできなかった。



写真 9 3.4.1.3 エネルギー分散型 X 線分析(EDX)による解析

黒い円盤状の像について X 線分析を行い,それが Cu であることを確認した。元素分析は電子顕微鏡付属の EDX を用いて行った。測定領域は写真 11 の丸で示す 黒い円盤状の像を囲む直径 0.2µm の円とした。また, 欠陥周辺の参照データを得るために,この積層欠陥よ り離れた場所及び Blank 試料を用いた同様のデータを 測定し,写真 10 の場合と比較した。Blank 試料では,ラ ンダムにとった 5 点の平均値を示す。



写真10

以下に得られた EDX 測定のデータを関数近似によりなめらかしたデータを示す。



近似曲線より Si と Cu の両方データにおいて周辺よ り中心の方が強度が高く出ていることが確認できる。 Cu の総カウント数を Si の総カウント数で割った値を Cu/Si 強度比(面積),また,Cu の一番高いピーク値を Si の一番高いピーク値で割った値を Cu/Si 強度比(ピー ク)として値を計算すると表 1 が求まる。

	Cu/Si 強度比(ピーク)	Cu/Si 強度比(面積)
中心	0.0175	0.025
周辺	0.0173	0.026
Blank	0.0119	0.019

表1 中心・周辺・Blankの Cu/Si 強度比

ピーク値で比較すると中心の方が若干ではあるが 高く出ている。面積比で比較すると同程度の値が出た。 また,両方の値とも Blank 試料より明らかに高いこと が分かる。

今回用いた EDX 測定では TEM 内の試料ホルダーに も Cu が使用されており,その為 Blank 試料でも Cu が 検出される。この Blank 試料の Cu ピークを基準とし て中心と周辺の強度比を計算すると表2が求まる。

	Cu/Si 強度比(ピーク)	Cu/Si 強度比(面積)
中心	1.47	1.31
周辺	1.45	1.37

表 2 Blank を基準とする Cu/Si 強度比

表 2 より,中心と周辺で明確な差は認められないが, 両方とも Blank 試料より明らかに高い値である。よっ て,黒い円盤状の像が Cu である可能性が高い。また, 中心と周辺でさほど変化はないので周辺では TEM 像 では観察はできなかったがこのデータだけから見る 限り結晶中に Cu が存在すると考えられる。

3.4.2 転位によるゲッタリングの観察

3.4.2.1 TEM 像の観察

写真 11 は,転位を撮影したものである。この写真で は,丸で囲まれた周辺に黒い点状の像が観察できた。



写真11 ×30000

3.4.2.2 電子回折像による解析

写真 12 は写真 11 の丸の位置で得た制限視野回折像 を示している。この回折パターンは Blank 試料の回折 パターンとは明らかに異なり明るい Si のスポットの 間に番号を付けた弱い新たなスポットが多数確認で きた。そこで回折像の解析を行い,この弱いスポットの 原因となっている物質の同定を行う。



写真 12

写真 13

写真 12 において確認できたスポット①~⑥に対応す る面間隔 d を求めるためには写真の正確な拡大倍率を 知る必要がある。そこで写真 13 のように塩化タリウ ム (TICI)を標準試料として回折像を撮影した。これよ り観察状態における正確なカメラ定数を計算した³⁾。 カメラ定数の計算にはタリウムクロライドの (100)(110)(111)(200)(210)(211)リングでそれぞれ求めた 値を平均することでカメラ定数とした。その値は 18.877 となった。

次に,Si のスポットと異なる①~⑥について中心 (000)からの距離を測定し,求めたカメラ定数を用いて 面間隔 d,を計算し,結果を表 3 に示す。

番号	中心 (000)からの距離 r(mm)	面間隔 $d_e(Å)$
1	10.072	1.874
2	14.418	1.309
3	10.401	1.814
(4)	9.970	1.893
(5)	14.299	1.320
6	10.004	1.886

表3 各スポットの面間隔

このようにして求めた面間隔 d_eの値と Cu について の面間隔と比較すると³⁾,①③④⑥は Cu(200)面の値に 近く,②⑤は Cu(220)面の値に近い。

また,図 5 に示す電子回折図と比較すると,①③④⑥ は(200)(020)(020)に対応し,②⑤は(220)(220) に対応していることが分かる。実験精度内での面間隔 d の一致並びに回折パターンの対応状況から判断して 黒い像は Cu 結晶であると確認できる。

 220
 020
 220

 200
 000
 200

 220
 020
 220

 220
 020
 220

 z=[001]
 図 5
 面心立法構造⁴⁾

また,⑥のスポットを対物絞りに入れて暗視野像を撮 影した。写真 14・15 は共通の制限視野絞りによって 得た明視野像と暗視野像を示す。





```
写真 14
```

写真 15

これらの写真の対応から暗視野像で明るく見えて いる所が明視野像の転位の一部と重なることが確認 できる。以上のことから,転位線に重なって Cu が析出 し,微結晶となっていることが分かる。

3.4.2.3 エネルギー分散型 X 線分析(EDX)による解析 更に EDX を用いて元素分析を行った。測定領域は 写真 16 で示している線状の位置で行った。また,転位

から 2µm 離れた欠陥周辺と比較を行った。



写真 16

図 6 の EDX 測定結果より Si では中心よりも周辺付 近で高いピークが出ていることが分かる。しかし,Cu についてはカウント数が少なく,点がまばらに存在し ていたので比較できなかった。これは試料が薄すぎた ために十分な X 線強度が得られなかったためである。 それでも,Si の総カウント数で Cu の総カウント数を割 った Cu/Si 強度比を求めると中心付近が 0.029,周辺付 近が 0.024 となり中心付近のほうが若干多く,有意の差 があると判断できた。よってこのことからも転位付近 で Cu が析出していることが確認できた。



4. 結論

レーザー照射により,全体として<110>及び<100>方 向に伸びる転位集団が結晶に発生した。また,レーザー 照射により生成されたこれらの欠陥は一様ではなく 局在して存在していることが分かった。

ゲッタリング試料では,転位付近の黒点状の像と積 層欠陥などの2次欠陥に重なって黒い円盤状の像を観 察することができた。これら像を電子回折像と EDX を用いて解析し,Cu 結晶であることを確認した。

参考文献

- 1) 米谷知之 宮崎大学修士論文 2007
- 2) 日"洋美 宮崎大学修士論文 2009
- 坂田茂雄著
 「電子顕微鏡の技術」:株式会社 朝倉書店(1982)
- 4) 日本表面科学会編「透過型電子顕微鏡」 丸善株式会社(1999)