生産研究 293

43巻6号(1991.6)

昇温脱離法によるAl合金膜中のガス分析

Gas Analysis in Al-alloy Thin Films by Thermal Desorption Spectroscopy

藤田大介*・小池義彦**・本間 禎一* Daisuke FUJITA, Yoshihiko KOIKE and Teiichi HOMMA

1.はじめに

LSIの高集積化が進むにつれて、チップ内部で使用さ れる配線の最小線幅も1MDRAMでは1.3µmだったも のが4MDRAMでは0.8µm, 次期16MDRAMでは0.5µ mと細くなり、今後さらに微細化することが必須であ る1). 配線が微細化するにつれて、電流を流すことによっ て配線にボイド(配線の一部が欠落した状態)やヒロッ ク(配線の一部が突出した状態)などの欠陥が生じるエ レクトロマイグレーション (Electromigration: EM) お よび配線の上下に堆積する膜の応力によって配線が断線 するストレスマイグレーション (Stress-migration: SM) が大きな問題としてクローズアップされてきてい る²⁾³⁾.その対策としてAlの結晶粒径を配線幅より大きく し、 配線内で粒界が竹の節状のバンブー構造とすること により、Al粒子の移動を抑え耐EM性を向上させている. しかし、バンブー構造となるとその粒界に空孔が集り SMによる断線の原因となることも報告されている⁴.ま た,結晶粒径を大きくしてもその粒径がばらつくと寿命 が低下するという報告もある⁵⁾. このように,結晶粒径に よって配線の寿命に大きな差が生じる.この粒径は、同 じスパッタ条件で堆積した場合でも装置が異なれば平均 粒径や粒径分布等が異なるといった具合に非常に変動し やすい。その原因の一つとしてスパッタ中にAl合金膜中 に取り込まれるガス成分の影響が考えられる。これまで Al膜のスパッタ中に窒素や酸素ガスを導入することで Al合金粒径が小さくなり相対寿命が低下するという報 告があるが6)77, Al合金膜中の含有量を測定した報告はな ٤٩.

そこで,異なるスパッタ装置で堆積したAl合金膜中の ガス成分,およびガス量の測定法として昇温脱離法を用 いて検討した結果を報告する. 2.実験方法

2.1 試料作成方法

試料はSi基板上に約450nmの熱酸化膜を形成した後, 3種類のスパッタ装置でAl合金膜を形成した.Al合金膜 はAl-0.5wt%Cu-1.0wt%Siとし,400nm堆積した.Al合 金膜のスパッタ条件を表1に示す.

表1 A1合金膜のスパッタ条件

試料No.	到達圧力(Torr)	基板温度(°C)
1	3×10^{-8}	200
2	1×10^{-7}	150
3	3×10^{-7}	150

2.2 昇温脱離法によるガス分析

昇温脱離法 (Thermal Desorption Spectroscopy: TDS) では試料表面のガス $\pm n_0 t(1)$ 式により求められる.

 $n_0 = \frac{S}{akT_0} \int_{t_0}^{\infty} P^* dt [molecule/m^2] \quad \cdots \cdots \cdots (1)$

ここで、Sは装置の排気速度、aは試料の表面積、kは ボルツマン定数(k=1.381×10⁻²³J/deg)、T₀は測定開 始の温度、P*は四重極型質量分析器(Quadrupole Mass Filter:QMF)で測定したガス分圧からバックグランド の値を引いた分圧である。この式から、測定結果より求 めたピーク面積と実験条件で決まる定数の積を取るだけ でガス量が求まることがわかる。

実験で用いた装置の構成を図1に示す。主排気は、液体窒素トラップ付きの油拡散ポンプによって行い、測定室内到達真空度が約 1.5×10^{-6} Paに達した所で測定を開始した。オリフィスは直径15mm、厚さ2mmである。装置の内容積は約 1.2ℓ ,排気速度は 25° Cでの窒素換算で約 19ℓ /sである。試料は10mm角とし、取り付け、および測

^{*}東京大学生産技術研究所 第1部

^{**㈱}日立製作所日立研究所(元研究生)

研



図1 昇温脱離装置の構成図

温は熱電対をスポットウエルドしたCu治具を用いた.測 定前にこのCu治具を真空中で600°C,10分間加熱し吸着, 吸蔵ガスを脱離させた.今回は水素について定量化を行 うが,その場合,この装置の各定数を代入すると(1)式 は(2)式のようになる.

 $n_0 = 1.69 \times 10^{19} \int_{t_0}^{\infty} P^* dt [molecule/cm^2] \dots (2)$

定量化時の各測定におけるバックグランド補正は,昇温 開始時のデータを各点の測定値から引くことで行った.

3. 測定結果および考察

3.1 昇温脱離測定の可能性の検討

(1)式でのn₀は, 試料への初期吸着密度を求めた計算 値であるためAl合金膜中のガス量を測定しているかど うか確認する必要がある.その方法として,まず試料を 一定温度に保持する実験を行った.試料を一定温度に保 持した場合,圧力の低下は試料からの拡散放出速度の時 間変化を表していることになる.試料膜厚 $t = \infty$ と仮定 した場合,ガス放出速度Qは(3)式で表される.

 $Q = C_0 D^{1/2} (\pi t)^{-1/2} \cdots (3)$

ここで、C₀はガス成分のバルク濃度、Dは拡散係数、t は時間を表す。測定室は一定の排気速度で排気している ので、試料からガス成分が拡散して放出される場合それ ぞれの分圧はt⁻¹/2に比例して減少する。薄膜の場合も拡

表 2	試料	2	の水素量
-----	----	---	------

β (K/sec)	水素量(molecule/cm ²)
1	1.00×10 ¹⁶
2	8.91×10 ¹⁵
5	4.89×10^{15}
8	8.91×10 ¹⁵

散放出によってガスが放出されるならば、膜中のガス量 がバックグランドより十分多い間はこの式と一致する. 実験は、試料2を用い、試料保持温度が500°Cの条件で 行った(昇温速度: β =5K/s).水素ガス放出量Q_nと 500°Cでの保持時間 t との関係を図2に示す.ガス放出量 がバックグランドに比べ十分多い100秒以前の測定値の 傾きは約-0.5であり、(3)式の条件と一致する.このこ とから、TDS法では試料から拡散によって放出された水 素を測定しているものと判断できる.

次に、TDS法により薄膜中のガス量が測定可能かどう か、試料2を用い昇温速度を変化させて検討した

(2)式には昇温速度のファクタが入っていないことか ら、同一試料ならば昇温速度を変化させても放出ガス量 は一定の値となる.実験は、 β =1,2,5,8K/secの各 条件で行った。Al合金膜中に含まれるガス成分のうち水 素についてまとめた結果を図3と表2に示す.この中で β =5K/sの試料は、昇温の終点温度が500°Cであるため データの値がそのぶん小さくなったものと思われる.こ の5K/sの試料を除きほぼ同一の値を示しておりTDS法 により薄膜化のガス量測定が可能であると判断できる.



ぞれの分圧はt⁻¹%に比例して減少する.薄膜の場合も拡 図2 500℃保持時間と水素ガス放出量との関係





図3 昇温速度を変えたときの水素の昇温脱離スペクトル

eneg Ng 3.2 ガス成分の測定結果

図4-1,2に試料2の測定結果を示す(β=2K/s). 水素(質量と電荷の比:m/e=2)は約300°C付近にピー クを持つ。このピークを用い、定量化を後で検討する。 酸素に関してはm/e=16と32が考えられる.m/e=16,32 ともC(12), CO(28), CO₂(44)とが同じスペクトル形状で あることからCOあるいはCO2のイオン化室内でのク ラッキング現象によるものと考えられる。m/e=16のス ペクトルは若干低温側にシフトしている。これは水 (H2 O:18)のクラッキング現象による影響と考えられる.ス パッタ中に酸素が混入した場合には、酸化物として存在 していることが予測されるが、その場合はSIMS等で測 定する必要がある。窒素に関してはm/e=14と28が考え られる.m/e=14は,14と15のスペクトルがほぼ同じ変化 を示すことから、炭化水素気体分子の放出ではないかと 考えられる.m/e=28はC,Oのスペクトルとほぼ一致す ることからCOと考えられる.アルゴン (m/e=40) はほ とんど検出されなかった。以上の結果からAl合金膜中の **固溶している酸素,窒素,アルゴンは測定限界以下であ** るものと思われる。H₂O, CO, CO₂は表面吸着層からの 放出であり薄膜中からの放出でないものと思われる.

試料1,3のTDS測定を行った結果,両試料ともH₂, H₂O, CO, CO₂のピークが減少し,ピークの位置は試料





2のH₂以外変化しないことから,吸着状態や結合状態に 差があるのではなく,試料中に含まれるガス量の変化に よるものであると思われる.この結果から,試料中のガ ス量はどの種類も試料2>試料3>試料1の順になって いるものと思われるが,前にも述べたようにC,O, CO,CO₂に関してはクラッキングによる影響も考えられ るため,水素以外の個々のガス量を直接定量化すること はできなかった.

3.3 水素量の測定結果の検討

TDS法によって定量化できる水素について,各試料の 測定結果を図5に示す(β=2K/s).試料1,3および SiO2膜では430°C付近にピークがあるが,試料2だけ ピーク位置が300°Cとずれている.藤田等はAl金属薄膜 中に重水素をイオン打ち込みした後TDS測定をした結 果,重水素のピークがバルク中の水素ピークに比べ低温 側にシフトすると報告している⁸.今回のピーク位置の ずれもAl合金膜中での水素の存在位置が違うことによ るものと考えられるが,詳細は不明である.これらのピー ク面積から(2)式によってそれぞれの水素量を求め,各 値からSiO2膜の水素量を引いた結果を表3に示す.表中 のAl原子に対する添加元素の比率はSi,Cuを合わせて

なう 谷矾州の小糸里	表 3	各試料の水素量
------------	-----	---------

試料No.	水素量(molecle/cm²)	水素量(at%)
1	2.70×1014	0.022
2	7.90×10 ¹⁵	0.67
3	1.45×10 ¹⁵	0.12

1.19%とわずかであることから,Al合金膜をすべてAlと 仮定して試料中に含まれる水素量のAl原子数に対する 比率を計算した。その結果,水素量は試料1と2で約30 倍もの差が測定され,スパッタ装置や条件に大きく依存 することがわかった。また,試料2と3で約6倍もの差 が測定され,スパッタ条件が同じでも装置が異なるだけ で変化することがわかった。

4.結 論

TDS法によりAl合金膜中のガス量測定法を検討し,水 素量を定量化することができた。その結果Al合金膜中の 水素量がスパッタ装置や条件で異なることが確認できた。 m/e=16,32はCO, CO₂のクラッキング現象,m/e=14は炭化水素気体分子のCH₂,m/e=28はCOによって検出 されるが,固溶している酸素,窒素,アルゴンは測定限界以下であるものと思われる。

辞

謝

本研究を進めるにあたり御助言を頂いた鈴木誉也氏, 三沢豊氏(㈱日立製作所・日立研究所),および試料を提 供して頂いた河渕靖氏(同・半導体デバイス開発セン ター)に紙面を借りて深く感謝の意を表します.

(1991年3月29日受理)

参考文献

- 山口 健,船木洋一:日経マイクロデバイス,64(1990) 36
- H.B. Huntington: American Society for Metals (1973) 155
- N. Owada, et al.: Proc. 2nd Int. VLSI Multilevel Interconnection Conference, Santa Clara (1985) 173
 日野出憲治:日本金属学会会報, 28(1) (1989) 40
- 4) 口野山思伯·口平亚禹于云云秋, 20(1) (1303) 40
- 5) J. Cho, et al.: Appl. Phys. Lett., 54 (25) (1989) 2577
- M.J. Verkerk, et al.: Semiconductor International 11 (7) (1988) 106
- 阿部豊, ほか:第51回応用物理学会学術講演会, 27p-E-6 (1990)
- 8) 藤田大介,ほか:発表準備中