半導体CMPプロセスにおける 金属腐食の電気化学解析

Electrochemical study on metal corrosion in chemical mechanical planarization process

日立化成株式会社研磨材料開発部部長工学博士 近藤 誠一 Seiichi Kondo (Ph.D., R&D Manager) Polishing Materials R&D Dept., Hitachi Chemical, Co., Ltd.

半導体プロセス、CMP、スラリー、腐食、電気化学、Cu配線



半導体デバイスの製造プロセスにおいては、CMP(Chemical Mechanical Planarization)と呼ばれる平坦化加工技術が頻繁 に用いられている。その中でもCuやCoのような金属のCMPに おいては腐食を抑制することが重要課題であり、そのためには 電気化学解析が最も有効と考えられる。ここではpH-酸化還元 電位図に腐食電流を加えた三次元図を実験的に作成した例を紹 介したい。さらに、交流インピーダンス法により金属とCMPスラ リー界面における電荷移動抵抗を求め、異種金属間で発生する ガルバニック腐食を抑制する手法を提案する。

12 半導体CMPプロセスにおける 腐食の課題

半導体デバイスにおいてCu配線は2000年頃から本格的に 導入され、CMPプロセスによって加工されてきた。その理由は、 それまで長く使われてきたAl配線のようにドライエッチング技 術でCuを加工することが難しかったからである。Cu配線の作製 は、ドライエッチングによって形成されたSiO2絶縁膜の溝パター ン内に、スパッタ法と電解めっき法の組み合わせでCu膜を埋 め込んで、溝外のCu膜をCMPで研磨除去するダマシンプロセスと呼ばれる方法を用いる"。そのため、図1のようにCMPスラリーと呼ばれる研磨液を発泡ポリウレタン製の研磨パッド上に 垂らしながら、ウェーハ表面を数分間擦ることによって研磨・平 坦化し、これを繰り返すことでCu多層配線を実現してきた。

しかし、高集積化が進むにつれ、最近の半導体デバイスでは 薄膜化・微細化が進行し、電解めっきによるCu埋め込みが困難 になり、SiO2溝内にボイドが発生することが起きるようになった²³。 そのため、CuとSiO2膜の間に薄く成膜するTaN接着層(拡散バ リア金属膜)上にCo膜を積層して、Cu膜の親和性を改善するこ とでCu配線を先端デバイスまで延命してきた²³。

最近の先端デバイスの配線寸法は50nm以下になっている ため、CMPプロセスで発生する数nmレベルのわずかな腐食や 凹み(リセス)でも深刻な問題となりつつある。そのため、CMP スラリーによる腐食メカニズムの電気化学的な理解が必要とな り、特にCu配線ではCu / Ta / TaN / TiN (配線 / 接着層 / 拡散バリア層 / ハードマスク層)やCu / Co (Ru) / TaN (配 線 / 接着層 / 拡散バリア層)のような3~4層の積層構造にな ることが多いため、異種金属間でガルバニック腐食が発生しな いようなCMPスラリーの設計をしなければならない。

CMPスラリーには砥粒以外に、各金属層を適切な研磨速度 で除去するための添加剤や、下層の金属で研磨を止めるため の添加剤など、多くの薬品が含まれている。ナノレベルでの平



THE CHEMICAL TIMES

坦化を実現するためには、上記のような異種金属どうしの研磨 速度比を調整して、2stepもしくは3stepで研磨することが多い。例えば研磨の1st stepでCu膜のみを研磨してTa膜で止め、 2nd stepでCu以外の研磨速度を高くしたスラリーを用いてTa/ TaN/TiN膜とその下地SiO2膜を数10nmの深さまで削り込み、 目標の平坦性を実現するように最適化する。特に、平坦性のパ ターン密度依存性を制御することが課題となることが多い。

□3 プールベ図の課題

これまでメタルCMPの腐食を議論する際には、図2のような pH-酸化還元電位図、いわゆるプールベ図が使われてきた⁴。



図2 Cu-H₂O系のプールベ図

CMPスラリーや後洗浄液のpHと酸化還元電位がわかれば、研磨・後洗浄する際に金属の腐食が起こりやすいかどうかを議論 することができる。例えば、図2のCu-H2O図であれば、酸性領 域でCuが腐食しやすく、アルカリ領域であればCu2OやCuO を形成して安定であることになる。しかし実際には、酸性系の CMPスラリーや後洗浄液の製品も多くあり、10年以上に渡っ て長く使われてきている。

プールベ図は熱力学計算によって得られるものであるため、 化学種が増えると計算が複雑になる。そのため、実際にはH₂O 系での単純な議論にとどまることが多く、酸化剤や腐食防止剤、 平坦化剤、pH調整剤などが添加されたCMPスラリーによる腐 食現象を計算で求めたプールベ図で議論することは難しかっ た。さらに量産での研磨プロセスでは、スラリーの希釈倍率や温 度、金属中の不純物、パターン密度の影響なども考慮しなけれ ばならない。研磨する金属も成膜方法の違い、すなわちスパッ タ法等のPVD(Physical Vapor Deposition:物理気相成長) や、CVD(Chemical Vapor Deposition:物理気相成長)、めっ きによる違い、不純物濃度の差を議論することもある。そのた め、実際のCMPスラリーや後洗浄液のpH-酸化還元電位図を用 いて研磨する金属の腐食現象を議論することが望ましい。

4 腐食の評価方法

一般的に金属の腐食速度を評価する際は、LSV (Linear Sweep Voltammetry)の電気化学的手法によって評価するこ とが多く、電極電位を掃引して電流密度の変化を計測すること によって得られるターフェル・プロット(Tafel plot)を用いる⁵⁾。図 3はCu-H₂O系でのターフェル・プロットであり、深い溝になっ ている腐食電位より右の酸化反応域において、pH3の酸性液



図3 Cu-H2O系でpHを3, 7, 12に変化させた場合のターフェル・プロット

中でCuの腐食速度が高くなる結果は図2のプールベ図と一致 している。この方法は、実際のCMPプロセスで用いられるスラ リーや金属を用いた腐食電流の電位依存性が得られるため、 非常に実用的である。そのため、この手法を発展させて得られ た実験データを上述のプールベ図と比較して、以下で議論し たい。

図4は、我々が開発したCuスラリー(Cu-CMPの2nd step用のCuバリアスラリー)を用いて得られた三次元pH-酸化還元電位図である。この図はスラリーのpHを1.0から12.5まで0.5ず



図4 CuバリアCMPスラリーを用いて作成した三次元pH-酸化還元電位図 赤丸は我々が開発したCuスラリーのpH-酸化還元電位の点

つ変化させて得られた25枚のターフェル・プロットを重ねて作成したものである⁶。深い溝になっている部分が腐食電位であり、それよりも右下(低電位側)の不活態領域では水素が発生す

る還元反応が起こっており、電流密度が高くても腐食は起こらない。腐食電位の左上(高電位側)の酸性側に低電流密度領域が存在し(白い領域)、今回実験に用いたCMPスラリー(pH3)の腐食電流は非常に低いことがわかる。これは図2のプールベ図とは異なる結果である。一方で、アルカリ領域に不動態領域が見られることはプールベ図と共通している。このように実験的に得られたpH-酸化還元電位図により、最適化されたCMPスラリーではアルカリ領域よりも、むしろ酸性領域でCuの腐食耐性があることがわかった。

同様の三次元pH-酸化還元電位図は、最先端ロジックデバイスのコンタクトプラグ形成に用いられるCo用CMPスラリーでも得られている⁶。Coはプールベ図によると酸性域から中性域で(pHが8以下の領域で)腐食しやすいが⁴、pHが6のCMPスラリーでも腐食を抑制することができることが明らかになった⁶。

これらの結果から、実際の腐食速度はプールベ図とは異なる ことがわかった。これは、同じpHであってもCMPスラリーには 腐食防止剤などの様々な添加剤が加えられているからである。 したがって、図4のように実験的に得られたpH-酸化還元電位図 は、CMPスラリーに含まれる様々な添加剤も電気化学的に評 価されているので、実際のCMPプロセスで発生する腐食問題 を予期するためには非常に有効な手段と考えられる。



5-1 バリア金属の影響

電解液中で異なる種類の金属が接触するとガルバニック腐 食が発生することがある。イオン化傾向の高い卑金属が陽極 (アノード)になり腐食し(陽極酸化)、貴金属は陰極(カソード) となることで腐食は抑制される。これは異なる金属の接触界面 で電池が形成されて、それぞれの電位が近づくことによって起 こる⁷⁻⁹。

Cu配線の開発初期においては、PVDでもCVDでも成膜可能なW系やTi系などの高融点金属がバリア金属として検討されたが、W系金属はガルバニック腐食が起こることから採用されなかった^{9),10}。その結果、現在ではめっきCu膜との相性の良さからTaNバリア金属が最も多く使われている。また、TaN膜はPVD以外での成膜が難しく、SiO2溝内の側壁被覆率が低いという課題がある。図5に示すようなCuとTaNのターフェル・プ



図5 CuとTaN膜のガルバニック腐食を評価するためのターフェル・プロット 腐食電位差からガルバニック腐食の起こりやすさを評価することができる ロットを見ると、実はCuとTaNの間には大きな腐食電位差(⊿ Ecorr)があり、卑金属であるTaNがガルバニック腐食することに なる。しかし実際には、TaN表面に保護膜が形成されてほとん ど腐食電流が流れず、ガルバニック腐食は起こらないことがわ かっている。

これまでTaNバリア膜が15年間以上に渡って使われてきた が、先端デバイスでCu配線の幅が50nm以下になると、SiO₂側 壁の被覆率が低いPVD法ではバリア膜の膜厚が数nmとなり、 Cuめっき膜の埋め込み不良が発生するようになった^{2),3)}。その ため、Cuと親和性の良い下地膜が必要となり、Ru膜が選択肢 の一つとなった。Ruの電気抵抗率は7.6μΩcm(273K)と低く、 CuをRu上に(PVDシードCu層無しで)直接成膜することができ るというメリットもあるが^{11,16}、Ruは化学反応性が低いために従 来のCMPではほとんど研磨できないという問題があった。さら にCuとの間でガルバニック腐食が発生し^{7),16}、プロセスが非常 に高価になるという問題もあった。その結果、10年以上に渡っ て研究・開発されてきたものの^{11,16}、現段階では実用化されて いない。

5-2 ターフェル・プロットによる評価

Ruの次に候補となった金属はCoであった。図6のようにCo をTaNバリア金属の上に積層すると、Cuの埋め込み性を改善 することはできるが、図7に示すようにCoはCuよりもイオン化 傾向が大きいためにガルバニック腐食が発生する¹⁷⁾。Co-Cu間 のガルバニック腐食を評価するためには、ターフェル・プロット による腐食電位差(ΔEcorr)が広く使われてきた⁵⁾。しかし、我々 の実験では、実際のCu配線のガルバニック腐食はΔEcorrのみに よって見積もることは難しいことがわかった。



図6 Co接着層とTaNバリア層を用いたCu配線断面の模式図



図7 Cu / Co / TaN界面で発生するガルバニック腐食のメカニズム

図8は、我々が開発した5種類のCMPスラリーの⊿EcorとSEM (Scanning Electron Microscope:走査電子顕微鏡)写真の 比較である。Co腐食を観察しやすくするため、スラリーの温度 を60℃に上げて、5分間Cu配線を浸漬した後にガルバニック腐 食の様子をSEM観察した。実験の結果、スラリーサンプル1、2、 3と5でCo腐食が観察され、スラリー4では腐食が見られなかった。スラリー1と3を比較すると、スラリー3の保護効果がスラリー1よりも良好である。この結果から、ΔEcorrが小さいほどCo腐食が抑制できると考えられる。一方、スラリー3はスラリー2よりもΔEcorrが小さいにもかかわらず、Co腐食はわずかに悪い結果となっている。さらにスラリー4と5のΔEcorrはほとんど同等であるが、スラリー5では腐食が観察されている。これらの結果から、ΔEcorrの評価でガルバニック腐食を予期することには限界があることが示唆される。

5-3 ナイキスト・プロットによる評価

ガルバニック腐食を評価する新たな指標として、金属 / CMPスラリー界面における電荷移動抵抗(Charge transfer resistance)を電気化学的に評価した¹⁸⁾。一般に電気二重層を 有する金属 / CMPスラリー界面は、図9に示すような等価回 路で表現することができる。Rsolはスラリーの溶液抵抗、Calt 電気二重層容量、Retは電荷移動抵抗をそれぞれ表す。電荷移 動抵抗は腐食抵抗であり、この等価回路を交流インピーダン ス法(Electrochemical Impedance Spectroscopy:EIS)に 適用することによって得ることができる。図10はナイキスト・プ ロット(Nyquist plot)と呼ばれるもので、我々が開発した5種 類のCMPスラリーとCo電極を用いて交流インピーダンス法に より求めたものである。この半円の直径がCo / CMPスラリー 界面におけるRetに相当する。図10に見られるように、スラリー2 と4のRetは非常に大きく、Co腐食が発生したスラリー5のRetは 小さい。このように、スラリー4はスラリー5と比較して均一な保 護膜がCo表面に形成されているものと考えられ、これが図8に 示したような2種類のスラリーのCo腐食の差を引き起こしたも のと思われる。したがって、ガルバニック腐食を抑制するための 重要な指標としては、Co / Cuの腐食電位差(∠Ecorr)をできる だけ小さくして起電力の発生を抑えることと、Co / CMPスラ リー界面における電荷移動抵抗(R_{et})を大きくして腐食電流を低 減することの2つが重要であることが明らかになった。

スラリー No.	Co/Cu間の ΔE _{corr} (mV)	Co/スラリー 界面の R _{ct} (kΩ)	Cu配線のスラリー浸漬後 のSEM写真(60℃、5分) (L/S = 1/1 μm)	Co腐食 の状態
初期 状態	-	-	<mark>← →</mark> 1μm TaN <mark>Cu</mark> Co	-
1	300	5		× × ×
2	250	88		×
3	150	3	1 Section of the sect	××
4	30	65		0
5	20	7		×

図8 Co-Cu間の腐食電位差 (⊿E_{cort}), Co / CMP スラリー界面における電荷移動抵抗 (R_{ct}), 60℃のスラリーに浸漬した後のCu配線の SEM写真とCo腐食の比較 (×××:激しい腐食発生, ××:腐食発生, ×:わずかな腐食発生, -/○:腐食無し)



図9 金属 / CMPスラリー界面における腐食反応の等価回路図



図10 Co / CMPスラリー界面で評価したナイキスト・プロット



半導体プロセスのメタルCMP技術の開発において、腐食制 御は最も重要な技術の一つである。ここでは、我々が開発した CMPスラリーの三次元pH-酸化還元電位図を従来のプールベ 図と比較しつつ、実際の量産プロセスにおけるCu腐食の起こり やすさを調べる新たな手法を紹介した。また、異種金属間で発 生するガルバニック腐食に関しては、Cu / Coの腐食電位差(Ecorr)と、Co / CMPスラリー界面における電荷移動抵抗(Ret)が 重要な評価指標であることを示した。

参考文献

- S. Kondo, "Tutorial Text of Advanced Metallization Conference" (Tokyo, 2012-10-22, ADMETA).
- M. He, X. Zhang, T. Nogami, X. Lin, J. Kelly, H. Kim, T. Spooner, D. Edelstein, L. Zhao, *J Electrochem Soc* 160(12), D3040-D3044 (2013).
- 3) T. Nogami, M. He, X. Zhang, K. Tanwar, R. Patlolla, J. Kelly, D. Rath, M. Krishnan, X. Lin, O. Straten, H. Shobha, J. Li, A. Madan, P. Flaitz, C. Parks, C. K. Hu, C. Penny, A. Simon, T. Bolom, J. Maniscalco, D. Canaperi, T. Spooner, D. Edelstein, "Proc. IEEE 2013 International Interconnect Technology Conference", (Kyoto, 2013-6-13/15, IEEE) p.164.
- 4) M. Pourbaix, "Atlas of Electrochemical Equilibria in Aqueous Solutions", (Pergamon Press, Oxford, 1966).
- X. L. Zhang, Zh. H. Jiang, Zh. P. Yao, Y. Song, Zh. D. Wu, *Corros Sci*, 51(3), 581-587 (2009).
- Y. Ichige, M. Ouchi, K. Mishima, K. Haga, S. Kondo, "Proc. International Conference on Planarization/CMP Technology", (Chandler, 2015-9-30/10-2, ICPT) p.15.
- K. Maruyama, M. Shiohara, K. Yamada, S. Kondo, S. Saito, Jpn J Appl Phys 48(4S), 04C022 (2009).
- D. Ernur, S. Kondo, D. Shamiryan, K. Maex, *Microelectronics Engineering*, 64(1-4), 117-124 (2002).
- S. Kondo, N. Sakuma, Y. Homma, N. Ohashi, Jpn J Appl Phys 39(Part1, 11), 6216 (2000).
- 10) K. Namba, T. Ishigami, M. Enomoto, S. Kondo, H. Shinriki, D. Jeong, A. Shimizu, N. Saitoh, W-M. Li, S. Yamamoto, T. Kawasaki, T. Nakada, N. Kobayashi, "*Proceedings of Advanced Metallization Conference*", (Tokyo, 2006-9-26/27, ADMETA) p.22.
- 11) N. Nakamura, N. Oda, E. Soda, H. Aoyama, Y. Tanaka, D. Kawamura, N. Hosoi, Y. Takigawa, M. Shiohara, S. Kondo, I. Mori, S. Saito, *Jpn J Appl Phys* **50**(2R), 026504 (2011).
- 12) N. Nakamura, N. Oda, E. Soda, N. Hosoi, A Gawase, H. Aoyama, Y. Tanaka, D. Kawamura, S. Chikaki, M. Shiohara, N. Tarumi, S. Kondo, I. Mori, S. Saito, "*Proc. IEEE International Electron Devices Meeting*", (Baltimore, 2009-12-7/9, IEEE) S36-2.
- 13) N. Nakamura, Y. Takigawa, E. Soda, N. Hosoi, Y. Tarumi, H. Aoyama, Y. Tanaka, D. Kawamura, S. Ogawa, N. Oda, S. Kondo, I. Mori, S. Saito, *"Proc. International Interconnect Technology Conference"*, (Sapporo, 2009-6-1/3, IEEE) p.14.
- 14) N. Tarumi, N. Oda, S. Kondo, S. Ogawa, "Proc. International Interconnect Technology Conference", (Sapporo, 2009-6-1/3, IEEE) p.203.
- 15) K. Namba, T. Ishigami, M. Enomoto, S. Kondo, H.Shinriki, D. Jeong, A. Shimizu, N. Saitoh, W-M. Li, S. Yamamoto, T. Kawasaki, T. Nakada, N. Kobayashi, *"Proceedings of Advanced Metallization Conference"*, (Tokyo, 2006-9-26/27,ADMETA) p.39.
- 16) M. Shiohara, K. Maruyama, M. Abe, M. Imai, K. Namba, N. Tarumi, Y. Hara, K. Matsumura, V. Brusic, C. Thompson, P. Feeney, J. Dirksen, K. Nicholson, S. Kondo, S. Ogawa, S. Saito, *"Proc. Advanced Metallization Conference"*, (Tokyo, 2007-10-22/24, ADMETA) p.18.
- 17) H-S. Lu, X. Zeng, J-X. Wang, F. Chen, X-P. Qu, *J Electrochem Soc* 159(9), C383-C387 (2012).
- 18) R. P. Venkatesh, B-J. Cho, S. Ramanathan, J-G. Park, *J Electrochem Soc* 159(11), C447-C452 (2012).