特集 鉛フリーはんだ付部のウィスカ発生メカニズム*

Whisker Generation Mechanism of Lead-free Soldered Joints

吉野 睦	三治真佐樹	井黒俊太郎
Mutsumi YOSHINO	Masaki SANJI	Syuntaro IGURO

Due to the environmental restriction of SOC (Substances of Concern) in Europe, the lead-free solder for electronic devices, especially for consumer products, has been undergoing vigorous development in Japan. Also for automobiles, the ELV instruction was approved in Europe and restrictions on the substances Pb, Cr6+, Hg and Cd, were implemented in 2003. At present, the Sn-Pb solder for electronic contacts is excluded from these restrictions, but in the near future, Sn-Pb solder will be included in these restrictions.

As is well known, automobiles operate in a severe environment, i.e. high temperature and high humidity, therefore the application of lead free solder faces a lot of issues. One of the most important issues is that of whiskers. Usually, it is said that whiskers can be prevented by melting the solder to release the stress. However we discovered whiskers in naturally solid solders. Consequently, we examined some tests to study the mechanism of whisker generation. In this paper, we introduce the results of these tests and the whisker generation mechanism.

Key words: Whisker, Lead-free solder, ELV instruction, SOC (Substances of Concern)

1. 緒言

1.1 本研究の背景

欧州の環境負荷物質規制に呼応して,わが国では民 生用を中心に電子機器の鉛フリーはんだ化が進められ ている.自動車においても,欧州でELV (End of Life Vehicle=廃車)指令が成立し,2003年7月1月より自 動車に使用される鉛,六価クロム,水銀,カドミウム の規制が始まった.現在,電気接続用途のはんだに含 まれる鉛は適用除外されているものの,近い将来規制 されることが見込まれる.

このような情勢を受け、自動車用電子機器の鉛フリ ーはんだ化技術の研究開発が進められている.しかし、 自動車の使用環境における温湿度の厳しさから、その 前途には課題も多い.例えば、鉛フリーはんだは従来 のSn-Pb共晶はんだに比べ融点が高くぬれ性が悪いた め、フローはんだ付に適用する場合、フラックスの活 性力を向上しぬれ性改善を行うのが普通であるが、高 活性化は一方で湿度環境下での信頼性を低下させるた め、高信頼性の鉛フリーフローはんだ付用フラックス の開発も重要な課題の一つである.

本報では、このフロー用フラックスの開発過程において、耐久試験後のテストピースから後出のPhoto1のようなウィスカが観察されたので、その詳細について報告する.

1.2 本研究の目的

本研究で取り上げるウィスカ(whisker:ねこのひげ) とは、針状やノジュール状の金属結晶で、Snめっきや Znめっきから発生することが知られている.ウィスカ はその形状によって回路の短絡を招く恐れがあるため、 これまでも成長を抑制する対策が講じられてきた.

一般的にウィスカはめっきから生じる.その原因は, 主にめっき内部の残留応力により,めっきされた金属 が再結晶することであると分かっている.そこで,め っきのウィスカの成長防止には,めっきをリフローし て再凝固させ内部応力を除去すればよい.また,特に Snめっきのウィスカの防止には,リフローによるめ っきの内部応力の解放のほか,Snめっき中にPbを添 加しラメラ状結晶化することも有効であると確認され ており,工業的にはPb含有Snめっきがよく用いられ る.しかし,鉛フリー化に伴い,Pb含有めっきが使 用できなくなったため,再度Snめっきのウィスカの 対策が関心を集めている.

さて、今回発見されたウィスカは、凝固したままの はんだから発生している。世間にはこのような状況で ウィスカが発生するという予見は全くなかった。はん だから発生するウィスカはめっきのウィスカとは異な る発生機構を有していると考えられる。そこで、本研 究ではこのウィスカの発生メカニズムの解明を行うこ とを目的とした。メカニズムの解明は、対策の観点か らも工業的に意義があると思われる。

*(社)溶接学会の了解を得て、「マイクロ接合研究会主催セミナー予稿集:鉛フリーはんだ再考(2006)」より転載

最初にウィスカの発生状況をSEM(走査型電子顕 微鏡)にて詳細に観察した.その結果をPhoto 1に示 す.ウィスカの発生箇所はプリント基板の銅箔のエッ ジ部分の中段である.表面にある生成物のようなもの を突き破って成長している.

次に観察されたウィスカについて, EMPAによる元 素分析を行った.その結果をFig.1に示す.これより, 観察されたウィスカの成分は純Snであることが判明 した.



Photo 1 Out-view of whisker on PCB



Fig. 1 Results of EPMA analysis

2. 試験サンプルおよび調査要領

原因究明を行うため,要因として考えられる条件を 種々振って再現試験を行った.

2.1 試験サンプルと調査要領

供試サンプルは当社試作品を用いた.はんだはSn-3.0Ag-0.5Cu,フラックスはA社製低活性フラックス, およびB社製鉛フリー用開発フラックスを用い窒素雰 囲気フローはんだ付装置ではんだ付した.その後,無 洗浄のまま80℃95%RH無バイアス試験にかけ,200, 400,600,800,1000,2000hの各経過時間後に試験槽 から取り出しウィスカ調査を行った.

2.2 製造要因を変更したときのウィスカ感受性

はんだ材, 基板メーカ, 基板表面処理, はんだ付雰 囲気, フラックス途布量, プリヒート温度, はんだ付 温度, 防滴材種類, フラックス残渣の洗浄有無, フロ ーはんだ付条件の異なるサンプルをそれぞれ作製し, ウィスカ調査を行った.

2.3 環境要因を変更したときのウィスカ感受性

試験環境条件の違いによるウィスカの発生の差をみ るため,耐久試験条件を変えた試験も行った.なお, 特に断り書きの無い場合は,80℃95%RH中無バイア ス放置である.

2.4 ウィスカの測定

ウィスカの計数・計測は次のように行った.

- (1) 実体顕微鏡 (OLYMPUS SZX7) を用い50~80倍で サンプルのはんだ付部を観察し,ウィスカの有無 を確認した (この段階では,ウィスカかどうか怪 しいものも対象として位置を記録しておいた).
- (2) ウィスカ発生部位について、工具顕微鏡
 (OLYMPUS STM6-LM)を用い200倍で観察した.
 Photo 2に示すようにウィスカの根元から先端までの長さを基板上への投影長さとして測定した.

3. 結果

3.1 ウィスカ成長挙動

まず,フラックスの開発過程で最初に見つかった一 般的条件下でのウィスカの成長挙動をFig. 2に示す. グラフの横軸は試験時間(h),縦軸がウィスカ長さ (μm)である.(a)が低活性フラックス,(b)は鉛



Photo 2 Out-view of whisker





Fig. 2 Whisker length change with the lapse of time

フリーはんだ用フラックスである.いずれのサンプル も、200、400h経過時はウィスカは全く発生しておら ず、600h経過後の測定で初めて観測された.また、発 生したウィスカの成長はやがて飽和し、その後大きく 成長することはなかった.以上より、今回のウィスカ は一定の潜伏期間を有すること、成長長さは飽和する という特徴を持つことが判明した.いずれのサンプル も、2000h経過時点では、新たに発生するウィスカは 全く無かった.1000hから2000hの間で成長するウィ スカもほとんど無く, 飽和は1000h程度で完了してし まうと考えられた.最大ウィスカ長さは低活性フラッ クスで約70μm,鉛フリー用フラックスでは約140μm であり,発生数においても鉛フリー用フラックスは低 活性フラックスに比較し多かった.

3.2 製造要因を変更したときのウィスカ感受性3.2.1 リファレンス品のウィスカ発生状況

ウィスカ発生要因を振る前に、銅プリフラックス基 板ではんだをSn-3.0Ag-0.5Cuとし低活性フラックスで N_2 はんだ付し、その後防滴材を塗布したリファレンス 品のウィスカ調査結果をFig. 3に示す、グラフは試験 1000h経過時点でのウィスカ長さ(μ m)を横軸、ウ ィスカ発生数(本)を縦軸にとったヒストグラムで ある、ウィスカ発生数は9個、最大ウィスカ長さは 51 μ mであった、

3.2.2 はんだ材による差

はんだの材を変えたサンプルのウィスカ精査結果を Figs. 4-9に示す.

用いたはんだと結果は,

•	Sn-3.0Ag-0.5Cu-0.3Sb	Fig. 4
•	Sn-4.0Ag-0.5Cu	Fig. 5
•	Sn-3.0Ag-0.5Cu-0.04Ni	Fig. 6
•	Sn-3.0Ag-0.5Cu-0.04Ni-0.003P	Fig. 7
•	Sn-Cu-Ni(組成比守秘義務あり)	Fig. 8
•	Sn-Pb共晶	Fig. 9

であり,それぞれ製品2台づつ試験に供した.結果は 2台の合計である.

Sn-3.0Ag-0.5Cu-0.3Sbは リファレンスであるサンプル (Fig. 3) と比べウィスカ数が少なく, Sbの添加により ウィスカの発生が抑制されているとも考えられる.

Sn-4.0Ag-0.5Cu, Sn-3.0Ag-0.5Cu-0.04Ni, Sn-3.0Ag-0.5Cu-0.04Ni-0.003Pはリファレンスと同程度のウィス カ発生数,最大長さであり,ウィスカの抑制効果はほ



Fig. 3 Distribution of whisker length appeared from ref.



















Fig. 8 Sn-Cu-Ni



Fig. 9 Sn-Pb eutectic

とんど無いと考えられる.

Sn-Cu-Niはリファレンスに比ベウィスカ発生数が多かった. Sn-Pb共晶はんだでは,耐久試験2000h終了時でもウィスカの発生は全く無く,Pbの添加によりウィスカが完全に抑制されることがあらためて確認された.

3.2.3 基板メーカによる差

基板メーカによるウィスカ発生差をみるため,基板 メーカを変えたサンプルを作製,ウィスカ精査を行っ た.その結果をFig. 10に示す.この図に見られるよ うに,ばらつきの範囲内であると見なされる程度の違 いしか現れなかった.なお,D社基板はオーバーレジ スト状態の設計になっているため,ウィスカが全く観 察されなかった.

3.2.4 基板表面処理

基板表面処理は特に無いのが一般的であるが,Cu 上にNi/Auめっきした基板も用いられる.Ni/Auめっ き基板は,めっきの内部応力に起因するウィスカの抑 制効果があることが確認されている.そこで,Ni/Au めっきした基板のウィスカを調査した.すると, 100μmに達するウィスカが認められた.はんだから のウィスカに関してはNi/Auめっきによる抑制効果は 無いと考えられる.



Fig. 10 Difference from PCB suppliers

3.2.5 防滴材有無および種類

腐食に関連すると考えられる防滴材の有無,防滴材 種の違いによる差について調査した.

防滴材有/無でのウィスカ調査結果は,防滴材無し のサンプルではリファレンス品との有意な差は無かっ た.また,防滴材を現行から他製品に変更した場合も リファレンス品と同程度のウィスカ発生数であり,防 滴材種類が違ってもウィスカの抑制に関して差は無い ことが分かった.

3.2.6 フラックス残渣洗浄有無

フラックス残渣の影響をみるため,はんだ付後の基 板をクロロホルムに浸漬,3min.超音波洗浄し,さら に洗浄後防滴材有無でサンプルを作製しウィスカ調査 を行った.その結果をFig.11に示す.洗浄後防滴材 無しのサンプルは非常にウィスカ発生数が多く,最大 ウィスカ長さは104µmであった.一方,洗浄後防滴 材有りの場合ではウィスカ発生数は5個,最大長さも 30µm程度であり,ウィスカの発生は少なかった.洗 浄しコーティングを行うことはウィスカの抑制につな がると言える.

3.2.7 はんだ付雰囲気による差

はんだ付雰囲気を大気としたサンプルのウィスカ は、ばらつきがあるものの、リファレンスに比較し有 意な差は無かった.

3.2.8 フラックス塗布量およびはんだ付条件による差

フラックス塗布量,プリヒート温度,はんだ付温 度,時間を変えたサンプルを作製,ウィスカ調査を行 った.フラックス途布量が多くプリヒート温度,はん だ付温度が低い場合は,フラックス残渣が多く残り, 一方,フラックス途布量が少なくプリヒート温度,は んだ付温度が高い場合は,フラックス残渣が残りにく いという両極端の状況を想定してサンプルを作製し た.結果は,いずれの条件においてもリファレンスと 比較して有意な差は無かった.







(b) Conformal coated

Fig. 11 Whisker distribution after cleaning

3.3 試験条件の違いによる差

試験条件を60℃95%RH×1000h,80℃40%RH× 1000h,85℃95%RH×1000h,80℃ 一般空調中× 1000hとして試験を行った.結果は,それぞれの試験 条件の絶対水蒸気量で整理し,水蒸気量とウィスカ発 生数,最大ウィスカ長さを比較した.その結果をFig. 12に示す.

60℃95%RH×1000h,80℃40%RH×1000h,80℃-般空調×1000hの条件では、全くウィスカが発生しな かった.85℃95%RH×1000hの条件ではウィスカ発生 数がリファレンス品9個に対し66個、また最大ウィス カ長さもリファレンス品51µmに対し96µmに達し、 非常にウィスカの発生しやすい条件であることが分か った.試験の絶対水蒸気量とウィスカ発生数、最大ウ ィスカ長さとの関係から、雰囲気中の水蒸気量とウィ スカの発生・成長が関連していることが判明した。

4. メカニズムの推定

4.1 ウィスカ成長挙動のまとめ

ウィスカは一定の潜伏期間後に発生し、一度成長し たウィスカはその後成長が飽和することが判明した。 例えば、80℃95%RHの試験条件下では600h経過時点 特 集







(b) Maximum length of whisker

Fig. 12 Difference of test condition

で初めて確認され,一方2000h経過後に発生するウィ スカはわずかである.このことは1000hでウィスカの 発生,成長が飽和してしまうことを示している.

4.2 ウィスカ要因の調査結果のまとめ

前項にてフローはんだ付における様々な条件を振っ たサンプルでウィスカの発生数,長さを評価した結果 をまとめると以下のとおりである.

- はんだ材質は、Sn-3.0Ag-0.5CuにSbを添加することでウィスカの発生が少なくなる。
- (2) フラックス残渣を洗浄し防滴材を塗布することで、 ウィスカの発生は少なくなる.逆に洗浄後防滴材 を塗布しない場合はウィスカが多発する.
- (3) 試験環境の水蒸気量とウィスカの発生傾向には大きな関連がある.試験環境中の絶対水蒸気量が多くなる程,ウィスカは多発,成長する.
- (4) 一方, 基板メーカの違いをはじめ, 基板表面処理 (Ni/Auめっき処理), 防滴材の有無, 種類, はん だ付雰囲気, フラックス塗布量, プリヒート温度, はんだ付温度, 時間などの条件で有意な差は出ない.
- (5) また、ウィスカの発生するランドと発生しないラ

ンドがあるため,その違いを調査したところ, Fig. 13のような傾向が見られることが分かった.

以上のとおり,試験条件としては,高温高湿環境下 でのみ発生し,環境中の水蒸気量が多いほどウィスカ は多発傾向にあることから,はんだの腐食がウィスカ 発生の主要因であると推察される.

4.3 ウィスカ発生メカニズムの推定

次に、ウィスカ発生メカニズムの推定を行う.

上記の各知見から,腐食生成物による内部応力増加 説が有力である.ウィスカが発生しているランド側面 のはんだはウィスカが発生していない部位に比べはん だの付着が薄く,腐食生成物が生成しその部位が体積 増加した際に応力を逃がす余裕が無い.ランド側面の はんだの局所的な腐食に関しても,エッジ部で基板銅 箔の銅が露出していることより,局所電池作用により 腐食がより進行しやすいのではないかと考えられるか らである.

つまり, Fig. 14のごとく, ランド側面のはんだの 腐食が, 銅ランドとはんだが局所電池を形成するラン ド上下端から側面の中心に向かって進行し, 腐食によ る体積増加がはんだ中央部の未腐食部に圧縮応力をも たらしその部分が再結晶化することによりウィスカが 発生すると推定した.

潜伏期間については腐食初期がそれに相当し,成長 の飽和については,腐食が全体に及んでしまうことが 相当していると考えれば説明が可能であり矛盾はない.



(a) Whiskers exist



(b) No whiskers exist





Fig. 14 Whisker growth processes

5. メカニズムの検証

5.1 ランド側面のはんだ腐食の経時変化

ウィスカの発生をもたらす薄く付着したはんだ腐食 の経時変化について調査を行った. 80℃95%RHの条 件で,200,400,600,1000,2000h経過したサンプル のランド側面部の断面観察を行い,各試験時間におけ る腐食率(Fig.15)を算出した.その結果をFig.16 に示す.

Fig. 16より, 試験時間が経過するに従い腐食率は 大きくなり, 1000hで約80%, 2000hでほぼ100%に達 していることが分かった. このように試験時間ととも にランド側面のはんだの腐食が進行していくことが検 証できた.

5.2 はんだ腐食の経時変化の定量化

腐食がO元素の拡散(酸化)によるものとすれば, 式(1)に示す拡散の法則に従うと仮定できる.

そこで,80℃95%RH,85℃95%RH,60℃95%RH, 80℃40%RHのそれぞれの環境条件で1000h経過したサ ンプルのランド側面部の断面観察を行い,ランド側面 のはんだの腐食長さを測定し(n=15),その平均値を



Corrosion rate (%)= $(L_1+L_2)/L$



Fig. 15 Cross-section of Cu-circuit edge



Fig.16 Corrosion ratio change with the lapse of time

各条件の腐食量(W)とし,式(1)の未知係数A,Q,k, Bを求め,拡散の法則による腐食進行の式を導出した. その理論式の値をFig. 16のグラフに重ね合わせると Fig. 17のようになる.

$$W = \sqrt{2Dt}$$
(1)
$$D = A \exp\left(\frac{Q}{kT}\right) \exp\left(\frac{B}{RH}\right)$$

W: 腐食量 D: 拡散係数 T: 温度 RH: 湿度A, Q, k, B: 未知係数

拡散の法則によって求めた腐食進行率は実際に測定 した腐食進行率とよく一致していた.ランド側面のは んだはO元素の拡散による酸化,つまり腐食が試験時 間の経過とともに進行していくことが検証できた.

また,温度,湿度で決まる – $(C_T + B_{RH})$ をパラメ ータとし、80°055%RH、85°055%RH、60°055%RH、 80°40%RHの各試験条件における腐食量(ランド側 面のはんだの腐食長さ)とウィスカ発生数をグラフに プロットするとFig. 18のようになる.温度,湿度が 高く – $(C_T + B_{RH})$ の値が小さいほど、つまり言い換 えれば高湿な環境条件であるほど、腐食量およびウィ スカ発生数は増加することが読み取れる.

つまり,高湿な環境であるほど腐食は進行し,腐食 とともにウィスカの発生も増加するという,腐食生成 物による内部応力増加説の前半部分が検証できた.



Fig. 17 Corrosion ratio change with the lapse of time



Fig. 18 Corrosion length vs. number of whisker under several corrosion parameter

5.3 腐食による内部応力発生の検証

前節で述べたようにランド側面部のはんだの腐食が 進行することで、未腐食部に圧縮応力が生じることを 確認するため、ランド側面をメッシュモデル化し FEMによる解析を行った。

5.3.1 解析モデル

未腐食部の圧縮応力を評価するための解析に用いた モデルは、ランド側面のはんだを模擬した2次元平面モ デルで、ランドの上下端からの腐食が腐食率20,40, 60,80%の場合をモデル化した.それを**Fig.19**に示す.

必要な物性値は文献より引用した.Sn→SnOの体積 膨張率は1.4倍とした.腐食部に体積増加率1.4倍に相 当する線膨張係数を与え,一定の温度幅で熱応力解析 を行い未腐食部の応力を評価した.ヤング率は, Sn:50GPa, SnOはSnより硬い酸化物であることから 便宜的にSnの10倍の500GPaを与えた.

5.3.2 解析結果

Fig. 20に解析結果を示す. 横軸に腐食率, 縦軸に 未腐食部の圧縮応力をとった. 腐食率が大きいほど, 未腐食部の圧縮応力は大きくなっている. つまり, ラ ンド上下端からの腐食進行により未腐食部に圧縮応力 が生じているという発生メカニズムの前半部分が今回 の解析の仮定の下であらためて検証できた. Snの再 結晶を生じる閾値が不明で定量的なことは分からない ので, 横軸に試験経過時間, 縦軸にウィスカ発生数を とったグラフ (Fig. 21) と比較して考察する. この 二つのグラフを比較してみると, 内部応力の増加とウ ィスカの発生数は関連があることが分かる. 以上の結 果から, ランド側面の上下端からの腐食の進行により, はんだ未腐食部に圧縮応力が生じ, ウィスカの発生に つながるという, 腐食生成物による内部応力増加説の 後半部分も検証できた.







Fig. 20 Compression stress under several corrosion ratio



Fig. 21 Number of wisker under several corrosion ratio

6. 結言

鉛フリーはんだ付部からのウィスカについて,ウィ スカ発生部の精査および発生メカニズムの推定,検証 を行い,その成果として以下の知見を得た.

- (1) ウィスカは、そのほとんどがランド側面の薄くはんだが付着した部位から発生している.ウィスカ発生部のランド側面のEPMAによる分析結果から、ランド側面のはんだからはO元素が多く検出され、局所的に酸化(腐食)していた.
- (2) 高温高湿試験に供したサンプルのランド側面のはんだを経時的に観察したところ,試験時間が経過するにつれて、ランド側面のはんだはランド上、下端から中心に向かって挟み込むような形態で腐食が進行していることが分かった。ランド側面のはんだの腐食率を定義し測定したところ,試験時間の経過につれ腐食率は大きくなり,試験時間1000hではランド側面のはんだのほぼ全体が腐食し腐食率は100%近かった。
- (3) ウィスカの発生メカニズムは、ランド側面のはん だの上、下端部で一部露出したランド(Cu)とは んだ間の異種金属接触腐食(Cuをカソードとした 局部電池作用によるはんだ(Sn)の腐食)により、 ランド上、下端から腐食が進行、ランド中央部の 未腐食部のはんだが圧縮応力を受けウィスカが発 生するものであると推定される.

- (4) 拡散法則の式を用い、はんだの腐食とウィスカの 発生についての関連を調査した.上記(2)で述べ たランド側面のはんだの腐食率は試験時間経過とと もに大きくなっていくこと、試験が高湿な条件で あるほどはんだの腐食率は大きく、ウィスカ発生 数も増大することが検証できた。
- (5) 腐食による圧縮応力の発生について調査するため, ランド側面のはんだをメッシュモデル化し,FEM による熱応力解析を行った.ランド上,下端から の腐食が20,40,60,80%進んだモデルのはんだ 中央部の圧縮応力を比較したところ,腐食が進む につれてはんだ中央部の圧縮応力は増大していく ことが分かった.
- (6) 以上より,ウィスカの発生メカニズムは,腐食 生成物による内部応力増加によるものであること が検証できた.

<参考文献>

- 渋谷忠弘ら:「外部付加による錫めっきのウィスカ 発生・成長機構の解析的研究」, RTP13-7 (2005), 日本機械学会.
- 坂本一三ら:「鉛フリーはんだ実用化検討の2004年 成果報告書」, JEITA (2004), pp.45-56.
- 3) S.M.Arnold: [Repressing the Growth of Tin Wisker], Plating, Vol.53 (1966), pp.96-99.

<著 者>



吉野 睦 (よしの むつみ)

生産技術開発部 電気製品の要素技術先行開発に 従事



三治 真佐樹(さんじ まさき)生産技術開発部接合分野の固有技術開発に従事



井黒 俊太郎(いぐろ しゅんたろう)生産技術開発部接合分野の固有技術開発に従事