

論文

極値統計的手法による鋼板および亜鉛系めつき鋼板の穴あき腐食現象の解析

© 1986 ISIJ

佐藤広士*・下郡一利*・西本英敏**・三木賢二**

池田貢基**・岩井正敏**・堺 裕彦**・野村伸吾**

Analysis of Perforation Corrosion of Cold Rolled and Galvanized Steel Sheets by Extreme-value Statistics

Hiroshi SATOH, Kazutoshi SHIMOGORI, Hidetoshi NISHIMOTO, Kenji MIKI,
Kouki IKEDA, Masatoshi IWAI, Hirohiko SAKAI and Shingo NOMURA

Synopsis :

The perforation corrosion of steel and galvanized steels due to the cyclic corrosion tests(CCT) has been analyzed by the extreme-value statistics.

The plots of the maximum values of perforation corrosion depth and the cumulative probability gave straight lines and they were fitted to the Gumbel(Doubly exponential probability) distribution.

The decrease of the slope of these lines with CCT time suggested that uniform corrosion occurred in an early stage of CCT but it changed to uneven corrosion with CCT time.

The period of the uniform corrosion corresponds to the incubation time, t_i , of perforation corrosion and t_i of the steel was extended proportionately with zinc coating weight.

The perforation corrosion rate of Zn-Ni alloy electroplated steel after t_i was lower than those of other materials. This phenomenon seems to be attributable to formation of a protective corrosion product of $ZnCl_2 \cdot 4Zn(OH)_2$ and a good adhesion of the product to the steel.

1. 緒 言

自動車車体用鋼板の腐食要因と形態については、すでに多くの解説が報告されており¹⁾²⁾³⁾、車体外面腐食としてはスキャブロージョンや糸錆、内面腐食としては全面腐食、すきま腐食、穴あき腐食などが問題となつてゐる。これらの腐食のうち、塗料のつきまわりにくい部分たとえばドア袋構造部、フードヘミング部などで発生しやすい穴あき腐食は、車体軽量化を図るために鋼板の薄肉化やユーザーの自動車保有期間の延長などの趨勢を考慮すると最も重要な腐食形態の一つにあげられる。

穴あき腐食の直接原因は、車体袋構造部に塩分や水が付着あるいは充満することにあり、この現象を再現するための促進試験としては塩水噴霧試験(Salt Spray Test: SST)より SST に乾燥-湿潤工程が付加された複合腐食試験(Cyclic Corrosion Test: CCT)の方が適していることが知られている⁴⁾⁵⁾。また試験片についても単一板試験片を用いた研究もあるが⁶⁾、2枚の板を合わせ

構造にしてすきまを形成させた試験片の方が実車の穴あき腐食をよく再現できるとの報告もある⁷⁾⁸⁾。

穴あき腐食挙動は試験片材質の相違により顕著に異なることも明らかにされている。すなわち、鋼板については低 Mn 連続焼鈍材⁹⁾や P 添加鋼¹⁰⁾の耐穴あき腐食性がすぐれており、鋼板への Zn 系めつき⁶⁾⁷⁾⁸⁾¹⁰⁾や Zn 系有機皮膜の塗布¹¹⁾は耐穴あき性を大幅に改善するとされている。

これらの研究は材料間の耐穴あき腐食性の相互比較や迅速評価法の開発などに貢献しているが、今後よりいつそう耐穴あき腐食性のすぐれためつき鋼板を開発していくためには、穴あき腐食現象のより詳細な解析が必要と思われる。この解析の一手段として近年 Al の孔食やステンレス鋼の応力腐食割れ現象の解析手法として注目されている確率統計論的解析が有効であると考えられる。

このような観点から、本報では鋼板ならびに各種 Zn 系めつき鋼板の CCT を行い、最大穴あき腐食深さを極値解析することにより穴あき腐食の進行過程および穴あ

昭和 61 年 4 月本会講演大会にて発表 昭和 60 年 10 月 14 日受付 (Received Oct. 14, 1985)

* (株)神戸製鋼所材料研究所 工博 (Materials Research Laboratory, Kobe Steel, Ltd., 1-3-18
Wakinohama-cho Chuo-ku Kobe 651)

** (株)神戸製鋼所材料研究所 (Materials Research Laboratory, Kobe Steel, Ltd.)

*3 (株)神戸製鋼所加古川製鉄所 (Kakogawa Works, Kobe Steel, Ltd.)

き腐食抑制における Zn 系めつき層の役割について考察を加えた。

2. 実験方法

2.1 試験片

供試材としては Table 1 に示す 6 種類の材料を用いた。すなわち、冷延鋼板 (COLD) としては板厚 0.8 mm のキルド鋼板で連続焼純を施した市販級材を用いた。電気 Zn めつき鋼板 (EG) は目付量を 40, 80 および 100 g/m² と変化させた市販級材であり、めつき原板は上記と同様の鋼板である。(以下同様) 合金化溶融 Zn めつき鋼板 (CGA) は目付量 45 g/m² のものを用いた。電気 Zn-Ni 合金めつき鋼板 (Zn-Ni) は Ni 含有量 12% の市販級材である。

これらの供試材を Fig. 1 に示すように 70 × 150 mm の大きさに切り出し、脱脂、水洗、乾燥後裏面および周囲を有機絶縁テープで被覆したものを CCT に供した。

電気化学的特性の測定用としては上記試験片の CCT 後のものを横方向に幅 20 mm で切断し、有効表面積 10

Table 1. Materials tested and their coating weight.

No	Mark	Material	Coating weight (g/m ²)
1*	COLD	Cold rolled steel	—
2	EG40	Electrogalvanizing	40
3	EG80	ibid	80
4	EG100	ibid	100
5	CGA45	Galvanealing	45
6	Zn-Ni	Zn-12%Ni electroplating	30

* Chemical composition of the steel is as follows; C: 0.06, Si: 0.02, Mn: 0.21, P: 0.008, S: 0.010, Al: 0.066, N: 0.006 and Fe: Bal. (wt%)

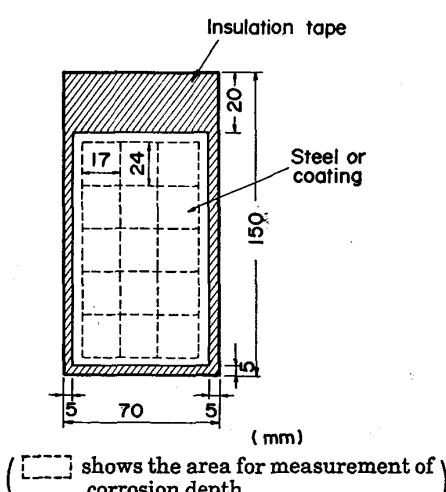


Fig. 1. Dimension of the specimen for CCT (mm).

Table 2. Cyclic corrosion test (CCT).

SST 35°C 7h	Dry 50°C 2h	Wet 50°C, RH95% 15h
-------------------	-------------------	---------------------------

× 10 mm と端子接続部を除いて有機絶縁テープで被覆したものを使用した。

2.2 CCT

穴あき腐食を再現するには、SST のみでなく乾燥過程を組みこんだ CCT を採用すべきとの知見^{10,12)}をもとに、Table 2 に示すサイクルの CCT を行つた。SST には、pH を 6.5~7.2 に調整した 5% NaCl 溶液を用いた。

所定のサイクル後試験片の絶縁テープを除去したのち、70°C の 10% クエン酸アンモニウム溶液を用いて試験片を除錆処理し、水洗、乾燥した。穴あき腐食深さは細針を設けたダイヤルゲージを用いて測定した。この時の測定精度は ± 5/1000 mm である。

なお一部の試験片については腐食生成物を採取し、その組成を同定した。さらに試験片の断面組織を観察し EPMA で腐食生成物の分析を行つた。

2.3 最大穴あき腐食深さの極値解析

同一条件下での CCT に供した同一試験片の数は 3 枚とした。CCT 後これらの各試験片表面の外周部 5 mm 幅を除いて縦 2 列、横 5 行に分割して 17 × 24 mm の区画を 15 個作成した。(Fig. 1 参照) 各区画内で 5 か所の腐食深さを測定し、測定値のヒストグラムを作成した。続いて最大値の極値統計処理法に従い各区画中の最大値を小さなものから順に 45 個 (15 区画 × 3 枚) 並べ極値確率紙にプロットした。

2.4 電気化学的試験

各試験片の CCT 後における分極曲線を測定した。試験溶液は常温の 5% NaCl 溶液であり、電位測定用照合電極には飽和 KCl 寒天塩橋を介した Ag/AgCl 電極を用いた。また対極には白金めつきチタン板を用い、ボテンショスタットにより電位走査速度 50 mV/min でアノードおよびカソード分極曲線を測定した。

3. 実験結果

3.1 鋼板の穴あき腐食挙動

CCT を行つた COLD の表面に 15 個の区画を設け、各区画ごとに 5 か所腐食深さを測定した。同一の試験片 3 枚についてこの操作を行い、合計 225 個の測定値を得た。得られた値の分布をヒストグラムの形で CCT サイクル別に Fig. 2 に示す。

Fig. 2 より穴あき腐食深さは、12 サイクルでは裾野

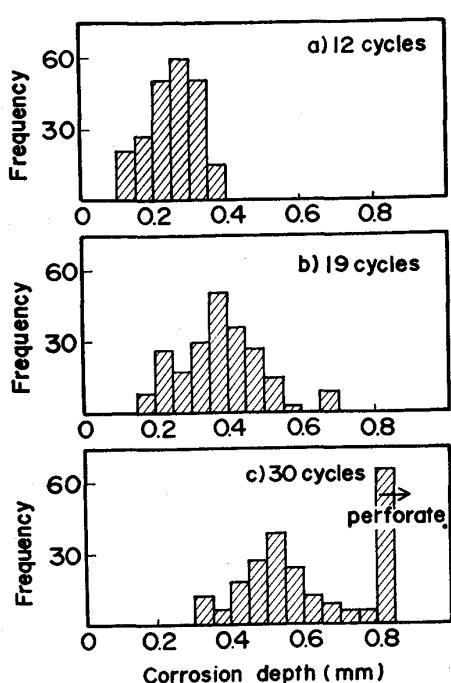


Fig. 2. Histogram of perforation corrosion depth of cold rolled steel after CCT.

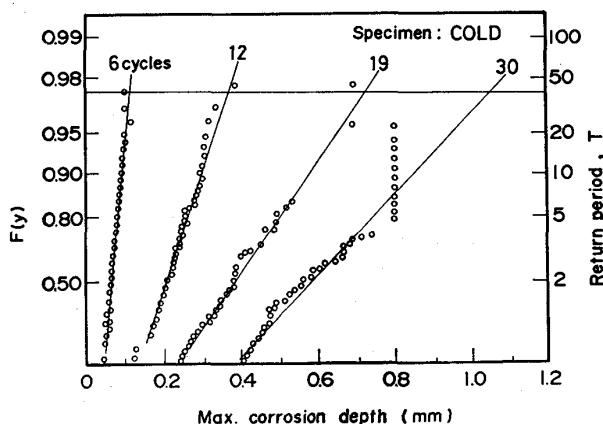


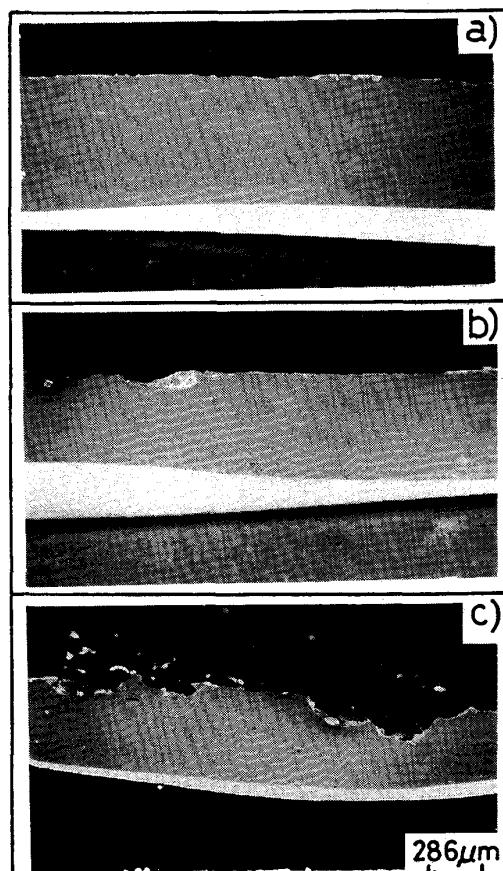
Fig. 3. Doubly exponential probability plots for the maximum perforation corrosion depth of cold rolled steel (COLD).

の狭い正規分布となるが、CCT 時間が 19 サイクルになるとヒストグラムの右裾野が広がり、正規分布から対数正規分布へと変化することが分かる。さらに 30 サイクルではヒストグラムの中央値が右方向に移行し、貫通孔を除いた腐食深さは同様に裾野の広がりをもつた対数正規分布に相当する。このような分布状態は、石油ストレージタンクに用いられた炭素鋼¹³⁾や港湾鋼構造物¹⁴⁾などの腐食深さと同様に指数型の分布と考えられる。したがつて、極値としての最大値の分布である Gumbel 分布（2重指数分布）が適応可能として以下の解析を行つた。

前述の腐食深さの内、各区画ごとに最大値を求め、極値解析の手法¹⁵⁾に従つて2重指数確率紙にプロットした。Fig. 3 に6~30サイクルのCCTを行つたCOLDについての結果を示す。Fig. 3よりいずれのCCTサイクルにおいても比較的良好な直線関係が得られ、COLDの最大穴あき腐食深さが2重指数分布に適合することが明らかである。しかし各直線を詳細にみると CCT サイクルが長くなるほど直線の傾きが小さくなり、腐食深さの各値が直線から偏倚する度合も大きくなる傾向にある。2重指数分布の直線の傾きの逆数 α は、尺度パラメータであり標準偏差 σ との間に次式が成立する。

したがつて、尺度パラメータの増加は腐食深さのばらつきが大きくなることを意味し、腐食が経時的に不均一化していくことが推察される。

Photo. 1 は 6~19 サイクルの CCT を行つた COLD の断面を走査型電子顕微鏡 (SEM) で観察した結果である。6 サイクル (尺度パラメータ $\alpha=0.014$) では COLD の表面部は極く浅い食孔が認められるものの、おむね均一に腐食されているが 12 サイクル ($\alpha=$



(a) 6 cycles (b) 12cycles (c) 19 cycles
 Photo. 1. Cross sectional SEMs of cold rolled steel after CCT.

0.046) では板厚の均一減少部に隣接して明瞭な食孔が局部的に観察されるようになる。そして 19 サイクル ($\alpha=0.104$) では板厚の減少がいつそう顕著になり表面も極めて不均一に腐食を受けるようになる。このように均一腐食から不均一腐食への腐食形態の変化は尺度パラメータがサイクル数とともに大きくなることと対応している。

さらに Zn 系めつき鋼板について腐食後の断面観察を行つたところ、尺度パラメータが 0.03~0.04 になると不均一腐食が認められ始めることがわかつた。

3.2 Zn 系めつき鋼板の穴あき腐食挙動

EG 40 についても COLD と同様に穴あき腐食深さのヒストグラムを作成した。この結果を Fig. 4 に示す。このヒストグラムは Fig. 2 と同様 CCT サイクルが長くなるほど中央値が右に移行し、裾野も広がる傾向を示した。すなわち、EG 40 の穴あき腐食深さの分布も指指数分布に適合することが判明した。EG 80, EG 100, CGA 45 および Zn-Ni についてもほぼ同様の形状を示すヒストグラムが得られたので、これら Zn 系めつき鋼板の最大穴あき腐食深さを 2 重指数分布により解析した。

Fig. 5~Fig. 9 にそれぞれ EG 40, EG 80, EG 100, CGA 45 および Zn-Ni の最大穴あき腐食深さの 2 重指数確率紙へのプロット結果を示す。

まず Fig. 5~Fig. 7 よりいずれの目付量の EG とも分布はほぼ直線に近似され 2 重指数分布が適応できるこ

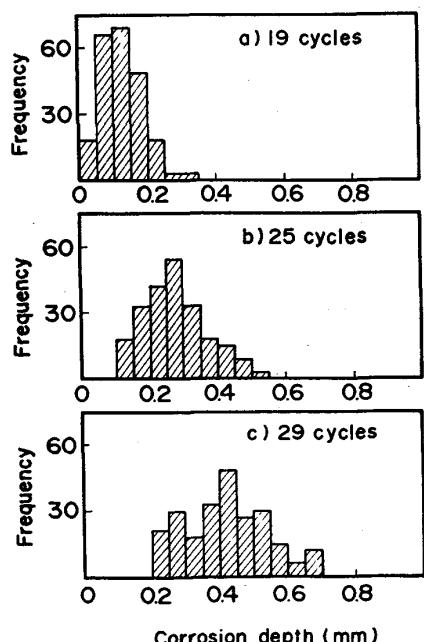


Fig. 4. Histogram of perforation corrosion depth of electrogalvanized steel (EG40) after CCT.

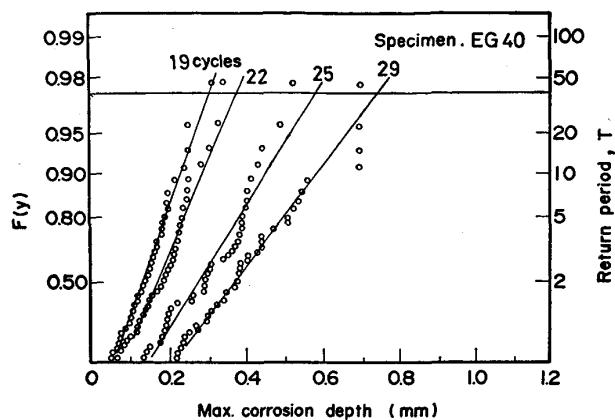


Fig. 5. Doubly exponential probability plots for the maximum perforation corrosion depth of electrogalvanized steel (EG40).

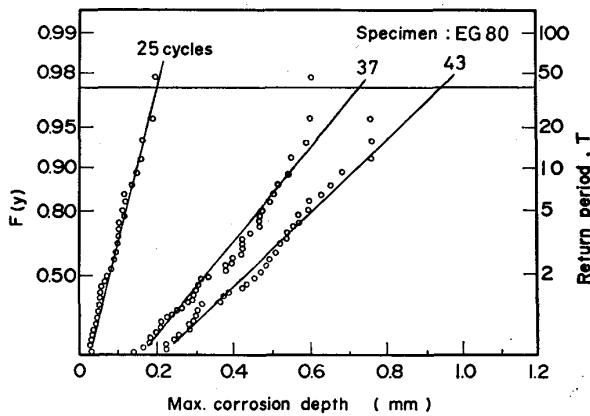


Fig. 6. Doubly exponential probability plots for the maximum perforation corrosion depth of electrogalvanized steel (EG 80).

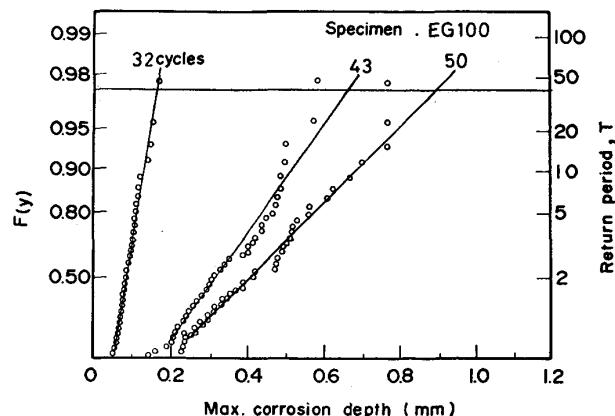


Fig. 7. Doubly exponential probability plots for the maximum perforation corrosion depth of electrogalvanized steel (EG 100).

とを確認した。個々の直線を見ると CCT サイクル数が長くなるほど傾きの逆数（尺度パラメータ）は大きくなるとともに各データの直線からの偏倚度合も大きくな

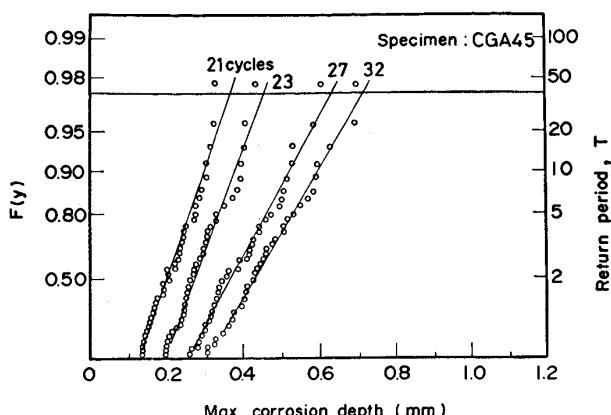


Fig. 8. Doubly exponential probability plots for the maximum perforation corrosion depth of galvannealed steel (CGA45).

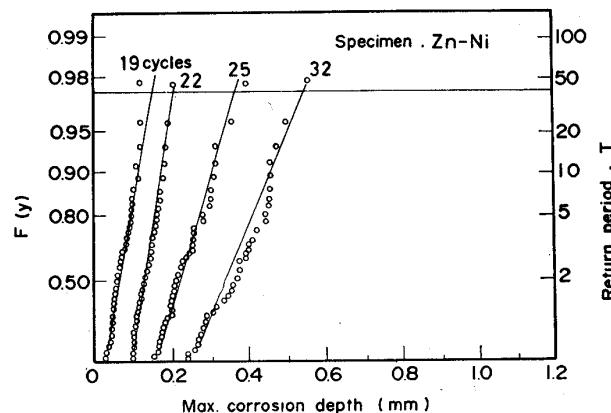


Fig. 9. Doubly exponential probability plots for the maximum perforation corrosion depth of Zn-Ni electroplated steel (Zn-Ni).

り、穴あき腐食の初期段階では比較的均一な腐食を受けるが、その後しだいに不均一腐食が起り表面が粗化することがうかがわれる。いっぽう、目付量の影響をみると当然のことながら目付量が 40 から 100 g/m^2 と増えるにしたがつて直線は左方向に移行し穴あき腐食寿命が改善される。

Fig. 8 に示した CGA 45 については、EG 40 と酷似した分布を示しており、目付量が同程度であれば両者の穴あき腐食挙動はほぼ同様とみなすことができる。

Fig. 9 の Zn-Ni についても 2 重指数分布は直線となりその傾きがサイクル数とともに小さくなる傾向はほかの Zn 系めつき鋼板と同様であるが、各データの直線への適合度合は 22 サイクルまでは非常に良好であり、しかも直線の傾きの低下もほとんど見られない。すなわち、この段階までは Zn-Ni は均一な腐食を受けることになる。しかし 25 サイクル以上になると傾きの低下やデータのばらつきが見られるようになり不均一な腐食が進行し始めることが推察される。

4. 者 檢

4.1 穴あき腐食発生過程と金属めつき層の役割

各試験片の2重指數確率プロットの直線を外挿し再帰期間 T における試験片全体の最大穴あき腐食深さを推定した。 T は測定に供した3枚の試験片の全面積 S (3枚 $\times 50 \times 115 \text{ mm} = 17\,250 \text{ mm}^2$) と1枚の試験片に設けた単位区画の面積 s ($17 \times 24 \text{ mm} = 408 \text{ mm}^2$) とで次のように決定される。

各試験片ごとに得られた最大穴あき腐食深さの推定値を CCT サイクル数との関係でプロットした結果を Fig. 10 に示す。この図より直線を腐食深さゼロの点まで外挿するといずれの試験片ともある一定期間後に穴あき腐食が進行することがわかる。今この期間を t_1 とし、Fig. 3 および Fig. 5～Fig. 9 で示した直線の傾きの逆数すなわち尺度パラメータのサイクル数による変化をあわせて考慮すると、穴あき腐食は潜伏期間 t_1 後に進行し、その後 4～5 サイクルは均一な腐食となるがすぐに不均一腐食へと変化していくものと思われる。

鋼板の不均一腐食は、給排水用鋼管¹⁶⁾や蒸気配管¹⁷⁾での事故例に見られるように鉄錆の厚さや組成に影響されることが知られている。

本試験において鋼板表面に生成した鏽は Fe_3O_4 および α , β , γ - FeOOH を主成分とするものであり、サイクル数が増えるにつれて FeOOH の量が増大する傾向にあつた。これらの鏽の腐食保護性を比較すると Fe_3O_4 より FeOOH の方が劣つていることが確認されている。それゆえ CCT 初期においては鋼板表面は保護性のすぐれた Fe_3O_4 を主成分とする鉄鏽で覆われるが、

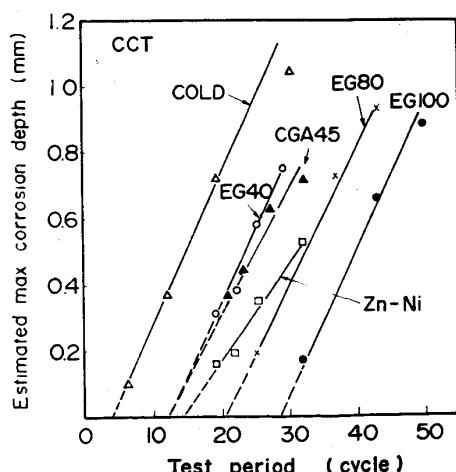
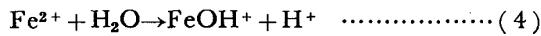


Fig. 10. Relationship between estimated maximum perforation corrosion depth of cold rolled steel and galvanized steels and CCT period.

錆層が厚く成長すると FeOOH の増大などにともなう組成や性状の不均一性が生じ、外部から酸素の補給されやすい所とされにくい所とが存在するようになり、いわゆる酸素濃淡電池が形成されるものと推測される。このような場合には酸素欠乏部がアノードとなり下記の反応が進行する。



(4) 式の反応の到達平衡 pH は 4.75¹⁸⁾ とされており当初の SST 溶液の pH 6.5~7.2 より酸性化するため局部的な鋼板の腐食速度が増大するものと思われる。ちなみに CCT 19 サイクル直後の鋼板表面に付着した湿潤錆層の pH を実測した結果 4~5 程度の値であり、上記推定の妥当性が確認された。

つぎに Fig. 10 における Zn 系めつき鋼板の t_i に注目すると、Fig. 11 に示すようにめつき目付量が増えるほど t_i は長くなる。しかも t_i は EG, CGA および Zn-Ni のめつき種類に多少依存するが、目付量によりほぼ一義的に決定されると考えられる。

安谷屋ら⁶⁾ も鋼板の穴あき腐食が t_i を持ち、Zn 系めつきの付与により t_i が長くなることを報告しているが、 t_i は同じ目付量のめつき鋼板でも Zn 系めつきの組成すなわち Fe や Ni の含有量により大きく変化するとしており、本研究結果とは異なつた結果を得ている。この差異についての詳細原因は不明であるが、試験片表面への電着塗装やクロスカットの有無、腐食環境の相違などに起因しているものと思われる。

いずれにしろ、Fig. 10 に示した COLD の t_i が Zn 系めつきの付与により長くなるのはめつき層が素地鋼板より卑な電位を有するため鋼板に対して犠牲防食効果を発揮することに起因している。ちなみに 10 サイクル後の EG 40, CGA 45 および Zn-Ni の常温 5% NaCl 溶

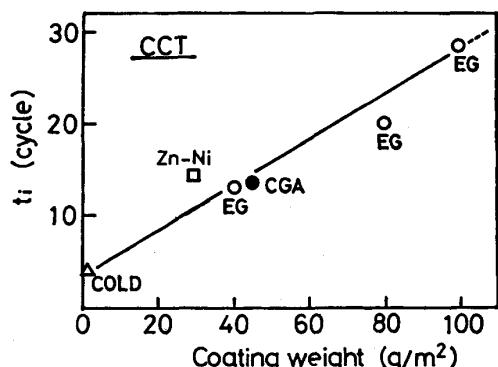


Fig. 11. Effect of coating weight on the initiation period t_i of perforation corrosion for cold rolled steel and galvanized steels.

液中における自然電位はいずれも $-0.60 \sim -0.65$ V (vs Ag/AgCl) の範囲にあり、鋼板の自然電位 $-0.55 \sim -0.58$ V より卑な値を示した。また、めつき目付量を多くすることは素地鋼板の露出時間を遅くすることにより t_1 を長くする役割を果しているものと考えられる。

以上のように t_i が穴あき腐食開始の潜伏期間であることを考察したが、 t_i 以降の穴あき腐食進行過程を示す直線の傾きについて以下に考察する。

4.2 穴あき腐食進行過程とめつき腐食生成物の役割

Fig. 10 より COLD, EG 40, EG 80 および EG 100 の直線の傾きはほぼ同等であるが、これらに比べて CGA 45 や特に Zn-Ni の直線の傾きが小さいという差異が生じた。この事実は鋼板上への電気純 Zn めつきはいつたん穴あき腐食が進行し始めるとめつき目付量に関係なく鋼板とほぼ同じ速度で進行するが、合金化溶融 Zn めつきはわずかに、そして Zn-Ni めつきはかなり穴あき腐食速度を低減できることを示している。

このことを確認するために、 COLD, EG 40, CGA

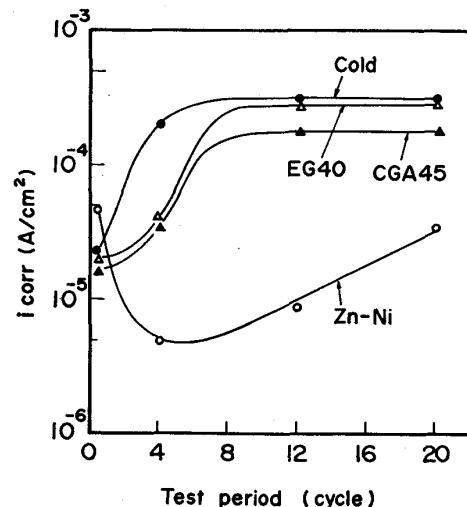
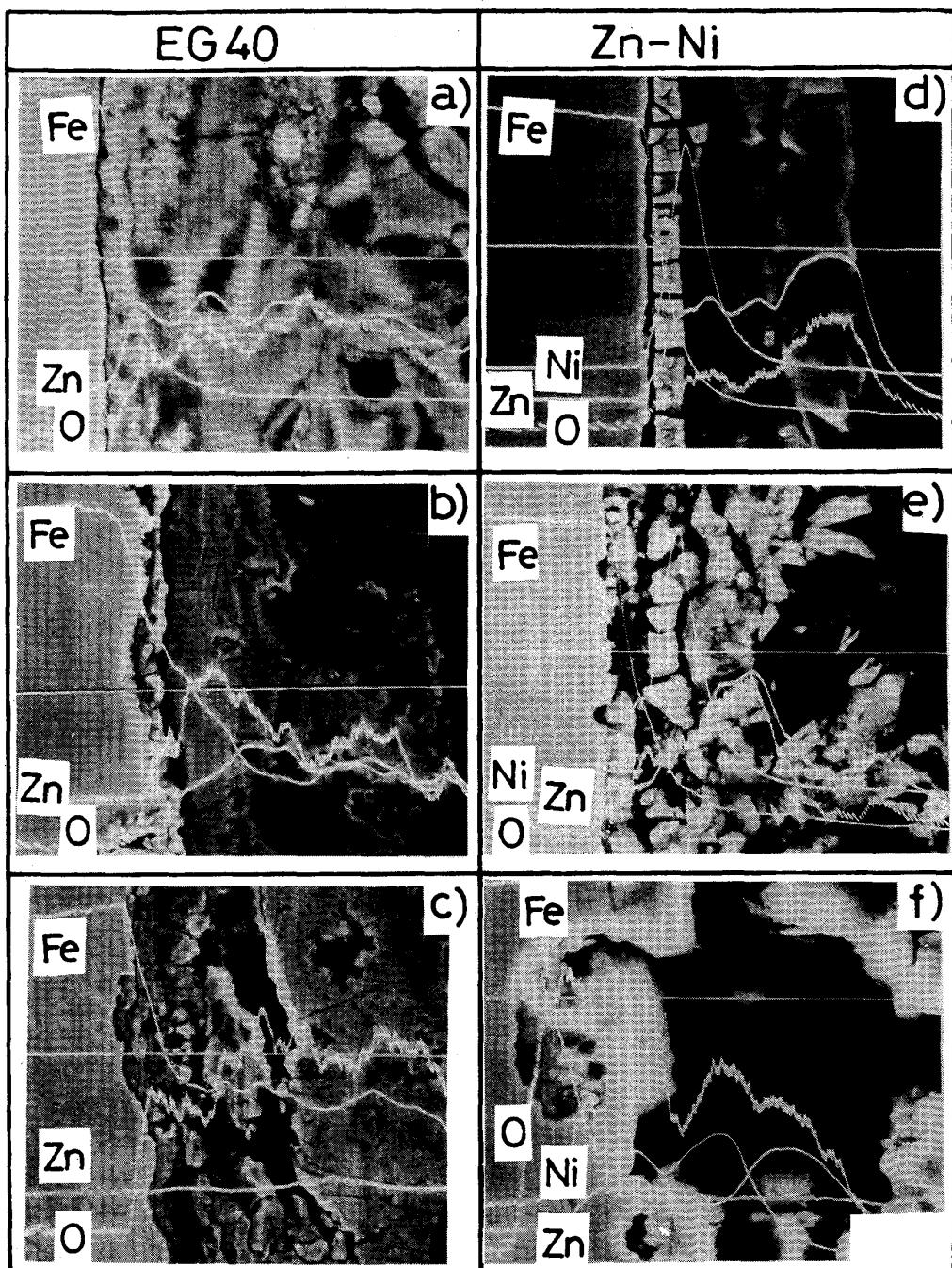


Fig. 12. Change in corrosion current density i_{corr} of galvanized steels after CCT in a 5% NaCl solution at room temperature with CCT period.

Table 3. X-ray peak ratio of $\text{ZnCl}_2 \cdot 4\text{Zn(OH)}_2$ to ZnO formed on galvanized steels after CCT.

Specimen	CCT period (cycle)	X-ray intensity (cps)		$C = \frac{A}{B}$
		Ⓐ $ZnCl_2 \cdot 4Zn(OH)_2$	Ⓑ ZnO	
EG40	4	2 400	4 500	0.53
	20	3 300	4 650	0.71
CGA45	4	3 000	2 250	1.33
	20	3 860	2 340	1.65
Zn-Ni	4	4 650	2 100	2.21
	20	5 150	2 240	2.30



(a) & (d) : 7 cycles, (b) & (c) : 19 cycles, (e) & (f) : 32 cycles

Photo. 2. Cross sectional SEMs of electrogalvanized steel (EG40) and Zn-Ni electroplated steel after CCT.

45 および Zn-Ni について最高 20 サイクルの CCT を行つた後常温の 5% NaCl 溶液中にてアノードおよびカソード分極曲線を測定し、両者から PEARSON の方法により腐食電流密度 i_{corr} を求めた。 i_{corr} と CCT サイクル数との関係を Fig. 12 に示す。この図から CGA LD, EG 40 および CGA 45 は 12 サイクル後一定な i_{corr} を示すが CGA 45 は COLD や EG 40 に比べわ

ずかにその値が小さくなる。また Zn-Ni の i_{corr} の経時変化はほかの試験片とは異なつた傾向をとり 4 サイクルで最少値を示し、サイクル数が増すほど i_{corr} は増大した。しかし 20 サイクルにおいても Zn-Ni の i_{corr} は COLD, EG 40 および CGA 45 の約 1/10 であり、Zn-Ni 上に生成する腐食生成物が極めて良好な腐食保護能力を有していることがうかがわれる。

そこでこれら試験片表面に生成した腐食生成物をX線回折により解析した。X線回折パターンからは多くのピークが検出されたが、一般にZn系めつき鋼板ではZnOを主成分とする腐食生成物に比べ $ZnCl_2 \cdot 4Zn(OH)_2$ を主成分とするものが生成した際に耐食性がすぐれると言われている¹⁹⁾。そこで両物質のX線カウント数を測定しその比を求めた。この結果をTable 3に示す。Table 3より $ZnCl_2 \cdot 4Zn(OH)_2/ZnO$ のX線ピーク比Cは、EG 40が最も小さく、ついでCGA 45となりZn-NiのCは非常に大きくなつた。この結果はOKADAら²⁰⁾によるZn中のNiが $Zn(OH)_2$ のZnOへの変質を抑制するとの報告に一致している。

$ZnCl_2 \cdot 4Zn(OH)_2$ の防食機構としては、この電気伝導性が劣るため表面の電気化学反応を抑制することに起因していると説明されているが、これだけではZn-Niの穴あき腐食速度がほかのめつき鋼板より小さいことを十分に説明できない。

そこでCCTを行つたZn-Niの断面をSEMおよびEPMAで観察し腐食生成物の生成状況と穴あき腐食状況を観察した。その結果をPhoto. 2に示す。この写真には比較材としてEG 40の結果もあわせて示した。まずEG 40についてみると(a)の7サイクルではZnめつきの上にZnの腐食生成物が密に堆積して素地鋼板の腐食状況も均一である。しかし19サイクルでは(b)に示すように腐食生成物が鋼板に密着している部分では鋼板の腐食状況は比較的均一であるが、(c)のように腐食生成物が鋼板から剥離した所に鋼板の局部的侵食が起つていて、またZn-NiについてもEG 40と同様の傾向であり(d)の7サイクルでは均一腐食であるが32サイクルになると(e)と(f)から明らかかのように腐食生成物の鋼板への密着または剥離により腐食状況が均一腐食と不均一腐食に変化する。

以上のように穴あき腐食は腐食生成物の組成のほかに鋼板への密着度にも大きく依存していると思われる。密着性を支配する因子としては、腐食生成物組成の均一性、素地に対する保護性などがあげられるが、その詳細については未検討である。しかしCCT後の除錆処理時にZn-Ni上に生成した腐食生成物はEGやCGAに比べ剥離しにくいという現象が観察されたことから、Zn-Ni上に生成した腐食生成物は素地への密着性がすぐれていることも穴あき腐食速度が小さいことの一因であると考えられる。

5. 結 言

鋼板およびZn系めつき鋼板のCCTを行い穴あき

腐食挙動を最大穴あき腐食深さの極値解析により解析した。得られた結果を要約すると以下のようになる。

- (1) 鋼板およびZn系めつき鋼板の最大穴あき腐食深さは2重指數分布(Gumbel分布)に対応し、その直線の傾きはCCTサイクル数が増大するほど小さくなる。すなわち、穴あき腐食深さの分布が大きくなる。
- (2) 穴あき腐食はCCT初期には均一腐食が主体であるが、経時的に不均一腐食へと変化していく。
- (3) 穴あき腐食の潜伏期間 t_i はZn系めつきの付与により大幅に長くなる。これはめつきの種類よりむしろめつき目付量に比例するものと考えられる。
- (4) t_i 後の穴あき腐食速度はCOLD、EGともほぼ同等で、CGAがわずかに小さいがZn-Niはかなり小さい値を示す。
- (5) Zn-Niの小さな穴あき腐食速度は、 $ZnCl_2 \cdot 4Zn(OH)_2$ を主体とする腐食生成物が生成することおよび腐食生成物の素地鋼板への密着性がすぐれていることに由来しているものと思われる。

文 献

- 1) Aktiebolaget Svensk Bilprovning: Cars Go Rusty (1973), p. 12
- 2) 小西健吉: 自動車技術, 32(1978), p. 24
- 3) 三吉康彦, 門智: 防食技術, 28(1979), p. 645
- 4) 小山浩: 防食技術, 30(1982), p. 34
- 5) 黒川重男, 市田敏郎, 本庄徹, 大和康二: 鉄と鋼, 71(1985), S 433
- 6) 安谷屋武志, 原富啓, 驚山勝, 本間俊之, 渡辺勉: 鉄と鋼, 70(1984), A 92
- 7) 三吉康彦: 実務表面処理, 32(1985), p. 319
- 8) S. KOBAYASHI, T. IRIE and H. TAKAHASHI: Spec. Pub. Soc. Automot. Eng., SP-538 (1983), p. 23
- 9) 高尾研治, 安田頤, 小林繁, 市田敏郎, 入江敏夫: 鉄と鋼, 71(1985), S 435
- 10) 下郡一利, 三木賢二, 池田貢基, 野村伸吾, 寺田誠: 鉄と鋼, 70(1984), A 100
- 11) 尾家義弘, 米野実, 増田一広, 岡襄二, 新藤芳雄: 鉄と鋼, 69(1983), S 404
- 12) 須賀義: 第53回腐食防食シンポジウム資料, 表面処理鋼板の腐食と評価(1984)
- 13) 三浦周敏: 第41回腐食防食シンポジウム, 22(1982)
- 14) 伊藤叡, 佐藤栄次, 村田朋美: 第28回腐食防食討論会予稿集(1981), p. 113
- 15) たとえば, 腐食防食協会編: 装置材料の寿命予測入門(1984), p. 81 [丸善]
- 16) 石川雄一, 尾崎敏範, 保坂信義, 西田脩: 防食技術, 29(1980), p. 502
- 17) 松島巖, 酒井潤一, 正村克身, 橋爪修司: 第30回腐食防食討論会予稿集(1983), p. 191
- 18) 小若正倫: 日本材料学会腐食防食部門委員会資料(1980), p. 18
- 19) P. T. GILBERT: J. Electrochem. Soc., 99(1952), p. 16
- 20) H. OKADA, K. YAMAMOTO and I. Ito: Proc. International Congress on Metallic Corrosion(1972), p. 275