## 講義ノート はないない

# 金属腐食の概要と局部腐食 I ~腐食基礎~

## 篠原 正\*

## 1.1. はじめに

装置や構造物には数多くの金属材料が使われている.しか も、こうした金属材料とそれがさらされている環境の組み合 わせは多種多様であることから、考慮すべき腐食形態やその 機構も多岐にわたる.本稿では、電気化学を初めとして腐食 科学の基礎について解説するとともに、各種金属材料の耐食 性発現機構ついても解説する.

## 1.2. 腐食反応

#### (1) 水の役割

図1.1(a)は、横軸に原子レベルの距離を、縦軸に電気化学 エネルギーをとった、金属表面近傍の模式図である.電気化 学エネルギーは化学エネルギー(化学種の種類と濃度で決ま る)と電気エネルギー(化学種の価数と電位で決まる)の和で 表される.ここで電位は、物理学と同様に、無限遠を0V とし、単位電荷を無限遠から対象となる相内に移動させる際 のエネルギーとして定義される.すなわち、電荷 q を無限遠 から移動させた際のエネルギーを Q とすると、電位( $\phi$ )は  $\phi$ = Q/q であり、これは絶対電位と呼ばれる.電極の電位(電 極電位)については2.(3)節で詳しく述べる.

表面の金属原子は、いわゆる金属結合で他の原子や電子と 結びついているため、それを真空中あるいは空気中で外部へ 取り出すには非常に大きなエネルギーが必要である。例え ば、真空蒸着装置は熱によって、また、スパッタリングでは Ar イオン等が叩きつけられる際のエネルギーによって金属 原子を金属の外部へ取り出している。一方、金属が水と接し ている場合を考えると、水分子は図1.1(b)に示すような構造 のために酸素原子は若干負に荷電し,水素原子は若干正に荷 電することで,電気的に分極している.従って水中に金属イ オン( $M^{z+}$ )が存在すると,水分子は負に荷電した酸素原子を 金属イオンに向けて配位する(通常,金属イオンを中心に, 水6分子が正八面体の頂点に配位するとされる: $M^{z+}$ ( $H_2O$ )<sub>6</sub>,図1.1(c)).このとき,金属イオンからの電界はイ オンから外向きであるのに対して,水分子からの電界はイ オンから外向きになるため,双方が打ち消し合い,結果とし てエネルギー的に非常に安定化する.このような水を配位し たイオンを水和イオン(アコイオン)という.このように, "さび"の生成に水が必要なのは,安定な水和イオンを形成 させることによって,金属原子を金属外部へ取り出すためで ある.

なお、通常水和イオンを表記する際には、H<sub>2</sub>Oを省略し



領軸・原子レベル(の距離),(b) ホガ子おより(b) ホ 和イオンの模式図.(オンラインカラー)

\* 元,物質·材料研究機構 Corrosion and Protection of Metals I ~ Introduction to Corrosion Study ~; Tadashi Shinohara (Formerly, National Institute for Materials Science, Tsukuba)

Keywords: *corrosion, electrochemistry, E-pH diagram* (*potential-pH diagram*), *Tafel equation, polarization curve* 2022年3月28日受理[doi:10.2320/materia.62.48]



図1.2 金属を水中に浸漬した際の金属イオン濃度(上図)とエ ネルギー状態(下図)(a) 浸漬当初,および(b) 平衡状態.

て金属イオン(M<sup>z+</sup>)のままとしている.

#### (2) 酸素の役割

金属原子が電子を金属内に残して金属イオンとして溶解してゆくと(図1.2(a)),

$$\mathbf{M} \rightarrow \mathbf{M}^{z+} + z \mathbf{e}^{-} \tag{1}$$

という反応が進み,水溶液内の M<sup>z+</sup> 濃度が上昇し(これは, 水和イオンの電気化学エネルギーが大きくなったことに対応 する),やがては両者(表面の金属原子と水和イオン)の電気 化学エネルギーが等しくなる(図1.2(b)).この状態では,式 (1)の右向きと左向きの反応速度が等しくなって,見かけ 上溶解反応は進行しなくなる.この溶解反応を進めていく (式(1)の反応を右向きに進める)ためには,金属に残った 電子を消費し,図1.2(a)の状態に戻す必要がある.この電子 を消費する反応として代表的なものが溶存酸素(水に溶けて いる酸素)の還元

1/2 O<sub>2</sub>+H<sub>2</sub>O+2e<sup>-</sup>→2OH<sup>-</sup> (2) である.式(1)(2)を併せて

$$2M + z/2 O_2 + zH_2O \rightarrow 2M^{z+} + 2zOH^-$$
 (3)

が全体の反応となる.このように、"さび"の生成における 酸素の必要性は、式(1)の金属の溶解反応を滞りなく進行 させるために、電子を消費させることにある.

なお,酸性水溶液中で電子を消費する反応は水素イオン (H<sup>+</sup>)還元(H<sub>2</sub>発生)

$$2\mathbf{H}^{+} + 2\mathbf{e}^{-} \rightarrow \mathbf{H}_{2} \tag{4}$$

で, 式(1)(4)を併せた

2M+2zH<sup>+</sup>→2M<sup>z+</sup>+zH<sub>2</sub> (5) が全体の反応となる.

#### (3) 電気化学反応

式(1)は、金属が電子を放つ(金属から電子を奪う)反応 であり、これを酸化反応(アノード反応)という.一方、式 (2)(4)は酸素( $O_2$ )あるいは水素イオン( $H^+$ )が電子を使う (消費する: $O_2$ あるいは $H^+$ に電子を与える)反応であり、 これを還元反応(カソード反応)という.アノード反応とカソ ード反応は,式(3)(5)のように必ず同時に起こる.

式(1)~(5)のように化学反応と電子の移動が同時に生 じる反応を電気化学反応という.この電気化学反応の程度は 電気化学エネルギーに依存し,このうち電気エネルギーを与 える電位は、物理学と同様に、無限遠を基準(0V)とする. しかし、通常の電位測定に用いる電圧計は、二電極間の電位 差(起電力)を測定するものであるので、無限遠を基準とする ことでは実測できない.そこで、電気化学では

 $2H^+ + 2e^- \rightarrow H_2$ 

で全ての活量を1とした電極 (標準水素電極: Standard Hydrogen Electrode, SHE)の電位を基準としている. すな わち,電極 A の電位 (電極電位:  $E_A$ )は,電極 A と SHE と の間に電圧計を繋ぐことで測定でき, $E_A = \phi_A - \phi_{SHE}$ とな る.ここで, $\phi_A$ および  $\phi_{SHE}$  は電極 A および SHE の絶対電 位である.

しかしながら、標準水素電極を実験室や現場で使うことは 難しいので、実際には電位が安定している電極を使って測定 する.こうした電位が安定している電極を基準電極あるいは 照合電極といい、SHE 以外に飽和甘汞電極(飽和カロメル電 極, Saturated Calomel Electrode: SCE)や銀/塩化銀電極 (Silver/Silver Chloride Electrode, SSE)などがある.以下で は、電位はこれら SHE を含む照合電極を基準として測った 値として示し、単位は [V vs. SHE] (SHE 基準)あるいは [V vs. SCE] (SCE 基準)などと記す.また、それぞれの照 合電極の SHE に対する電位がわかっているので(図1.3)、 容易に SHE 基準に換算できる.

金属の電気化学エネルギーは電位が高いほど高くなり,ア ノード反応-金属の溶解,あるいはより価数の高いイオンへ の移行-が生じやすい.逆に,電位が低いほど金属表面の電 気化学エネルギーが低くなって,カソード反応-金属の析 出,あるいはより価数の低いイオンへの移行-が生じやすく なる.したがって,電位は環境の酸化力(あるいは還元力)の 指標とも言える.



図1.3 市販されている照合電極の種類と電位(SHE 基準).

## (4) 電位-pH 図

金属イオンは水と反応して水酸化物や酸化物を生成する. 水酸化物や酸化物の安定性(それらが溶解するか否か)は酸性 度(pH)によるので、pH はもう一つの代表的な環境の指標と いえる.金属材料の耐食性を判断する手段として、電位(E) と pH という二つの指標を両軸に取った状態図(電位-pH 図) が用いられる. イオン種の安定域ではその金属は腐食し、金 属そのものあるいは個体(酸化物あるいは水酸化物)の安定域 であればその金属は耐食性を持っている、と判断する.図 1.4 は種々の金属の電位-pH 図<sup>(1)</sup>である. 図中右下がりの2 本の線の間が水の安定域で、一般的には、我々が住んでいる 世界はこの中のどこかにあると言える. なお, ここでの耐食 性は,金属全体が一様に溶解する形態に対するものであり, このような腐食形態を均一腐食という.また、金属全体とし ては耐食性を維持しているが、特定の場所でのみ腐食が生じ る場合がある.このような腐食形態を局部腐食といい、第3 回および第4回の講義で詳しく述べる.

金は水の安定域で金属そのものが安定であり,優れた耐食 性を持っている.その他の多くの金属は特定の pH 範囲で酸 化物あるいは水酸化物が安定で耐食性を持つ.例えば,Al は薄くて(nm オーダー)緻密な酸化物皮膜(Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>)が生成さ れて,中性付近の pH 範囲で耐食性を示す.Ti,Ni,Cr な ども薄い皮膜で金属表面が覆われて耐食性を発揮する (passivity<sup>(1)</sup>).とくにTi はほとんどの pH 範囲でTiO<sub>2</sub>の皮 膜が形成され,優れた耐食性を示す.

一方, Mg, Zn, Pb, Cuは, 腐食生成物が沈着してできる比較的厚い(μm オーダー)膜によって耐食性を発揮する(passivation<sup>(1)</sup>). 例えば, Zn は Zn(OH)<sub>2</sub> や塩基性の塩化物や炭酸塩を形成することで,中性付近の pH 範囲で耐食性を示す.

こうした各種金属の耐食性を膜の厚さ(passivity/passivation)に着目してまとめ,表1.1に示す.passivity 金属は,水 と反応して直ちに皮膜を生成するので,耐食性達成までの時 間が非常に短い.ステンレス鋼もpassivity 金属で,表面は CrOOH(オキシ水酸化物)に覆われる.達成時間が短い分,

表1.1 皮膜の厚さに着目した,金属の耐食性の特徴(文献(1)を 編集).

		Passivity	Passivation
1 2	皮膜厚さ 金属	約1nm AI (pH 4~8.5) Ti (pH 1~12) ステンレス鋼 304鋼 : pH>2 316鋼 : pH>1.5 Ni (pH>6)	約1µm Zn (pH 6~13) Cu (pH 6.5~12) Pb (pH 6~11) Mg (pH>11.5) ステンレス鋼(高温水中)
3 4 5	到達時間 局部腐食 流れの影響	Fe (pH>10) 短い(µs:Al) 感受性あり 感受性なし	長い(数週間~数年) 感受性なし 感受性あり

水質や流れの影響を受けにくい.しかし, Cl-イオンなどの 攻撃性因子が存在すると,それによって皮膜が破壊され,そ こでのみ腐食が発生・進行して,局部腐食を起こすことがあ る.

一方, passivation 金属は, 金属がいったん溶け, 溶出し た金属イオンが水酸化物などの腐食生成物を形成し, これが 沈着して数週間~数年という長い時間をかけて安定化する. 耐候性鋼も passivation 金属で, さび(腐食生成物)の安定化 に数年かかると言われている. そのため, 当初の腐食速度は 炭素鋼と変わりないが, さびの安定化が達成されれば腐食速 度はかなり小さくなる. また, 常温では passivity 金属であ るステンレス鋼も高温水中では passivation 金属で, さびの 安定化に約 1,000 h を要するとされる<sup>(1)</sup>.

passivation 金属は,金属がいったん溶けた後に,長時間 かけて腐食生成物が沈着するので,局部腐食感受性は小さ い.しかし,溶出した金属イオンが腐食生成物を形成する際 に,Cl<sup>-</sup>やSO<sup>2-</sup>などのアニオンとの塩を形成し,これを取 り込むので,水質に敏感である.また流れがあるとイオンや 腐食生成物が流失してしまい耐食性が発揮できなくなるの で,流れの影響も大きい.

図1.4や表1で示したように、多くの金属は特定のpH範 囲で酸化物あるいは水酸化物が安定で耐食性を持つが、鉄だ けはすべてのpH範囲にわたって腐食域を持つ.筆者の恩師 でもある東大名誉教授 久松敬弘先生は、「最も多く利用さ れている鉄のこのような性質は、神が人類に与えた試練であ る」とおっしゃっていた.このような鉄を上手に使いこなす ことは、まさに腐食・防食分野の研究者・技術者の腕の見せ 所といえる.

### (5) 速度論から見た腐食反応

#### (a) Butler-Volmer の式

2.(4)節は平衡論から見た腐食反応であり、電位とpHの条件から腐食が起こる可能性があるか否かを判断できる.一方、電気化学反応は、式(1)のような金属原子(M)とイオン( $M^{z+}$ )との反応を考えた時、右向きの反応は金属イオン( $M^{z+}$ )として水溶液中へ移行する反応であり、左向きの反応は電子( $e^-$ )が水溶液中の $M^{z+}$ へ移行する反応であるから、反応速度は単位面積当たりの電荷の移動速度、すなわち電流密度として与えられる.ここで、アノード反応(金属の溶解:式(1)右向き)およびカソード反応(金属の析出:式(1)左向き)の速度をそれぞれ $i_A$ および $i_c$ とすると、所定の電位(E)における正味の電流密度( $i=i_A-i_c$ )は

$$i = i_{\rm A} - i_{\rm C} = i_{\rm A}^{\circ} \exp[(1 - \alpha) z F E / RT]$$

$$-i_{\rm C}^{\circ} \exp[-\alpha z {\rm FE}/{\rm RT}]$$
 (6)

で与えられる.ここで、Fはファラデー定数、Rは気体定数、 Tは温度である.また、 $i_{A}$ °、 $i_{C}$ °および  $\alpha$ は定数である.式 (6)は Butler–Volmer の式と呼ばれる.ここで、 $E = E_{eq}$ (平衡電位)において $i = 0(i_{A} = i_{C} = i^{\circ})$ であるとすれば、式 (6)は

 $i = i_{\rm A} - i_{\rm C} = i^{\circ} \{ \exp[(1-\alpha)zF(E-E_{\rm eg})/RT] \}$ 



 $-\exp[-\alpha z F(E-E_{eq})/RT]$ } (7) のように変形される.

式(7)は、 $E = E_{eq}$ 近傍、 $|(1-\alpha)zF(E-E_{eq})/RT| \ll 1$ および $|\alpha zF(E-E_{eq})/RT| \ll 1$ の時(室温では $|E-E_{eq}| < 25$ mVとされる)、一次式で近似でき、

$$i = i^{\circ} \{ [1 + (1 - \alpha)zF(E - E_{eq})/RT]$$
  
- [1 - \alpha zF(E - E\_{eq})/RT] \}  
= i^{\circ} zF(E - E\_{eq})/RT (8)

となる. すなわち,正味の電流密度(i)は過電 $\mathbb{E}(E-E_{eq})$ に 比例する.

一方,式(7)は電位が十分に高い場合はアノード反応 が,また十分に低い場合はカソード反応がそれぞれ主体とな るので,以下のように近似され;

電位が十分に高い時(アノード反応):  $i_{A} = i^{\circ} \exp[(1-\alpha)zF(E-E_{eq})/RT]$ 電位が十分に低い時(カソード反応):  $i_{C} = -i^{\circ} \exp[-\alpha zF(E-E_{eq})/RT]$ 

さらに以下のように変形される:

(アノード反応):  

$$E = [RT/(1-\alpha)zF] \cdot (\ln i_{A} - \ln i^{\circ}) + E_{eq}$$

$$= b_{A} \log i_{A} + a_{A} \qquad (9 \cdot 1)$$
(カソード反応):  

$$E = [-RT/\alpha zF] \cdot (\ln |i_{C}| - \ln i^{\circ}) + E_{eq}$$

$$b_{\rm C} \log |i_{\rm C}| + a_{\rm C} \tag{9.2}$$

式  $(9 \cdot 1)$  および  $(9 \cdot 2)$  は Tafel の式と呼ばれ,  $a_A$ ,  $a_C$ ,  $b_A$  および  $b_C$  は定数で, Tafel 係数と呼ばれる. このように, 十分に高い(あるいは低い)電位域で,アノード反応(あるい はカソード反応)が主体となる場合には,E と電流密度  $(i_A$ あるいは  $i_C$ )の絶対値の対数とは線形の関係を示す.



図1.5 分極曲線の模式図. (オンラインカラー)

電気化学反応における反応速度である電流密度(*i*)と*E*との関係を示した図を分極曲線という.*E*が駆動力(独立変数)で、*i*はそれに対する反応速度(従属変数)であることから、縦軸に*i*を、横軸に*E*を取る.式(6)(**Butler-Volmer**の式)の分極曲線の模式図を図1.5(a)に示す.*E*= $E_{eq}$ 近傍で、i-Eには直線関係が見られる(式(8)).また、Tafelの式を考慮して、縦軸を*i*の絶対値の対数(log |*i*|)としたものを図1.5(b)に示す.+分に高い(あるいは低い)電位域でTafelの関係が見られる.

電気化学反応において実測できるのは正味の電流密度であ るので,通常はこれと電位との関係を分極曲線(図1.5中実 線)と呼ぶ.これに対して,正味の電流密度をアノード反応 とカソード反応に分けそれぞれの電流密度(*i*<sub>A</sub>, *i*<sub>C</sub>)と電位と の関係を示したもの(図1.5中破線)を「内部分極曲線」と呼 び,正味の電流密度に対するものを「外部分極曲線」と呼ぶ.

#### (b) 拡散律速

海水(pH 8.1)中に浸漬した Pt 電極の分極曲線の測定例<sup>(2)</sup>

を図1.6に示す. Pt は安定な金属で,金属自身が電気化学反応に関与することはない. そのため,分極曲線に示されるものは,水溶液中の化学種の電気化学反応で,ここでは水の電気分解;

酸素発生:	$2H_2O \rightarrow O_2 + 2H^+ + 2e^- \qquad \qquad$	$(10 \cdot )$	1)
皲素発生:	$2H_2O \rightarrow O_2 + 2H^+ + 2e^- \qquad ($	$10 \cdot$	I)

水素発生:  $2H_2O+2e^- \rightarrow H_2+2OH^-$  (10・2) もしくは,溶存酸素還元反応(式(2))である. 図中E>1.2Vで酸素発生(10・1)が起こり, E<-0.6 Vでは水素発生 (10・2)が起こっている. 溶存酸素還元反応はE<0.4 Vで 起こるが, E<0 Vでは反応速度(電流密度:i)がEに依存 しなくなる. 溶存酸素は水溶液中から金属表面へ拡散するの で, Eが非常に低くiがある程度大きくなってくると,  $O_2$ の拡散が追いつかず,iは特定の値より大きくなることはな い. このような状態を拡散律速といい,その限界値である拡 散限界電流密度( $i_1$ )は次式により与えられる:

 $i_{\rm L} = nFDC/\delta \tag{11}$ 

ここで、Fはファラデー定数、nは反応物の価数、Dは反応 物の拡散係数、Cは反応物の濃度、および $\delta$ は拡散層の厚さ (0.5 mm とされる)である、空気中酸素と平衡する溶存酸素 濃度 $C_{02}$ =8 ppm、溶存酸素の拡散係数 $D_{02}$ =10<sup>-5</sup> cm<sup>2</sup>/s と して式(11)を計算すると $i_{1,02}$ =20 $\mu$ A/cm<sup>2</sup> となる.

2.(2)で述べたように、酸性水溶液中で電子を消費する反応 は水素イオン(H<sup>+</sup>)還元(式(4))であり、H<sup>+</sup> もまた水溶液 中から金属表面へ拡散する.水素イオン還元反応が拡散律速 となっている場合、H<sup>+</sup>の拡散係数  $D_{H^+} = 9.3 \times 10^{-5} \text{ cm}^2/\text{s}$ として $i_{L,H^+} = i_{L,02}$ となる pH を求めると pH~4 となる.す なわち、pH < 4 である酸性環境下では H<sup>+</sup> の還元が、また pH>4 の弱酸性~中性~アルカリ性環境では溶存酸素還元 が主たるカソード反応となる.

#### (c) 分極曲線による腐食条件の説明

図1.7は鉄の腐食条件を説明するための,分極曲線の模式 図である.図中は想定されるアノード反応,カソード反応に 対して,それぞれの電流密度と電位との関係を示しているの で,いずれも内部分極曲線である.

鉄に関して、鉄の溶解反応(アノード反応、図1.7中(1))は



図1.6 海水(pH 8.1)中に浸漬した Pt 電極の分極曲線(文献(2) を編集).



図1.7 鉄の腐食条件(*E*<sub>corr</sub>, *i*<sub>corr</sub>)の分極曲線による説明.

電位が高いほど大きくなるので、右上がりになり、鉄の析出 反応(カソード反応、図1.7中(2))は電位が低いほど大きくな るので、右下がりになる.一方、溶存酸素還元反応はカソー ド反応であるから右下がりになり、十分に低い電位域では拡 散律速が見られる(図1.7中(3)).腐食が進行している場合、 電極表面上でのアノード反応とカソード反応の大きさは等し いので、その条件( $E_{corr}$ ,  $i_{corr}$ )は鉄のアノード分極曲線と溶 存酸素還元反応のカソード分極曲線(拡散律速)との交点で与 えられる.ここで、 $E_{corr}$ および $i_{cor}$ を腐食電位および腐食電 流密度という.鉄の場合、腐食条件は溶存酸素還元反応の拡 散律速域にあるので、 $i_{corr} = i_{L,02} = 20 \mu A/cm^2$ である(2.(5)(b) 節参照).

## 1.3. ファラデーの法則

いま金属に電流密度( $i[A/cm^2]$ )を時間(t[s])だけ流す と、単位面積あたりの全電気量は $it[C/cm^2]$ であり、これに ファラデーの法則を適用すると単位面積あたりの反応量は  $it/nF[mol/cm^2]$ となる.したがって金属の原子量をMとす れば、単位面積あたりの溶解速度((dw/dt)[ $g/cm^2/s$ ])は

 $(\mathrm{d}w/\mathrm{d}t) = it\mathrm{M}/nF\mathrm{t} = (\mathrm{M}/nF)\cdot i \tag{12}$ 

となる. また, 金属の密度を $\rho[g/cm^3]$ とすれば, 侵食度 ((dL/dt)[cm/s])は

$$(dL/dt) = (1/\rho) \cdot (dw/dt)$$
$$= (M/\rho nF) \cdot i$$
(13)

で与えられる. 種々の金属における,  $1\mu A/cm^2$ に相当する 腐食速度を表1.2にまとめた. なお, 腐食速度は1年あたり の量に換算してある. 侵食度 (dL/dt)についてみると, Pb を除くほとんどの金属で,  $1\mu A/cm^2$ は 0.01 mm/y(10  $\mu$ m/ y)に相当する.

2.(5)(c)節で述べたように鉄の腐食に関しては $i_{corr} = i_{L,02} = 20 \,\mu\text{A/cm}^2$ であるので,これは $0.2 \,\text{mm/y}(200 \,\mu\text{m/y})$ となる.実際には腐食生成物(さび)が腐食反応の抵抗として働くため, $0.1 \,\text{mm/y}(100 \,\mu\text{m/y})$ といわれている.この値は,水溶液中で鉄が均一に腐食する場合の代表的な値として覚えておいてほしい.この値を大きく超える侵食度が検出された場

		,					
	M 原子量	ρ 比重	n 価数	(M/nF)	(dw/dt) [g/cm²/y]	(M/ ρ nF)	(dL/dt) [mm/y]
Fe	55.85	7.86	2	2.9E-04	9.1E-03	3.7E-05	1.2E-02
Cu	63.54	8.92	2	3.3E-04	1.0E-02	3.7E-05	1.2E-02
Zn	65.38	7.13	2	3.4E-04	1.1E-02	4.8E-05	1.5E-02
Al	26.98	2.70	3	9.3E-05	2.9E-03	3.5E-05	1.1E-02
Ti	47.90	4.54	3	1.7E-04	5.2E-03	3.6E-05	1.1E-02
Pb	207.19	11.34	2	1.1E-03	3.4E-02	9.5E-05	3.0E-02
Ni	58.71	8.8	2	3.0E-04	9.6E-03	3.5E-05	1.1E-02
Cr	52.00	6.93	3	1.8E-04	5.7E-03	2.6E-05	8.2E-03
Type 304	55.23	8.03	2.20	2.6E-04	8.2E-03	3.3E-05	1.0E-02

表1.2 種々の金属における電流密度と腐食速度との関係. (1μA/cm<sup>2</sup>に相当する腐食速度)

合には,溶存酸素以外の酸化剤の存在や腐食の局所化など, 腐食機構の再検討を行う必要がある.

## 1.4. 電気化学測定

### (1) 電位測定

2.(3)節で述べたように、電極電位の測定では、電圧計で照 合電極と対象となる電極(試料電極)との電位差(起電力)を測 定する.ここで、両電極に電流が流れると、両電極ともに分 極するので、測定値は実際の電位差より小さくなる.また、 液抵抗を $R_s$ 、電圧計の抵抗を $R_z$ とした場合、電圧計での測 定値( $E_M$ )は $R_z$ にかかる電圧であるから、以下のようにな る:

測定値( $E_M$ ) = [ $R_Z/(R_Z + R_s$ )]·[ $E^* - \Delta E(i)$ ] ここで、 $E^*$ が正しい電極電位(照合電極と試料電極との電位 差)、 $\Delta E(i)$ は電流(i)に伴う分極、である. $R_Z$ にかかる電圧 の割合[ $R_Z/(R_Z + R_s$ )]を大きくするために、 $R_Z$ はできるだ け大きくした方が良い.また、 $\Delta E(i)$ はiが小さいほど小さ くなり、iは( $R_Z + R_s$ )が大きいほど小さくなるので、 $R_Z$ が 大きいほど精度の良い測定ができることになる。かつての電 圧計は電流計に大きい抵抗( $R_Z$ )を入れこの抵抗を流れる電 流(I)からオームの法則によって電圧(= $IR_Z$ )を求めていた が、実質的に $R_Z$ を非常に大きくすることはできなかった (10<sup>6</sup>~10<sup>7</sup>Ω 程度).

半導体技術の発展によって、入力抵抗( $R_z$ に相当)の大き な電子回路の設計・製作が可能となった.特に、オペレーシ ョン・アンプ(オペアンプ:演算増幅器)の登場によって、  $R_z > 10^{10} \Omega$ の電圧計が容易に入手できるようになり( $10^{14} \sim 10^{15} \Omega$ のものも市販されている)、電圧計によって直接電極 電位や電池の起電力が測定できるようになった.

#### (2) 分極曲線の測定

かつて、分極曲線は縦軸に電位(E)、横軸に電流密度(i) (あるいはその絶対値の対数、 $\log |i|$ )をとっていた.これ は、電位の高低を縦軸の上下で、また電流の大小を横軸の左 右で表現しやすかったこともあるが、Tafelの式(E=a+b·  $\log |i|$ )の影響が大きいと思われる.すなわち、分極曲線を



図1.8 電流制御により測定した,酸性水溶液中における鉄の 分極曲線の模式図.

 $E - \log |i|$ )の関係として表記し、それを直線近似すればそれがそのまま Tafel の式となる.

1960年頃に電位設定装置(ポテンショスタット)が市販さ れるようになって、電位制御による分極曲線測定ができるよ うになった<sup>(3)</sup>. それ以前は、電位が設定値になるように流す 電流を調整するか、あるいは電流を制御しつつ電位測定を行 なうしかなかった. 電流制御による測定も、分極曲線の横軸 に電流密度(*i*)(あるいはその絶対値の対数, log |*i*|)をとっ ていた理由の一つとして考えられる.

図1.8(a)は、酸性水溶液中における鉄のアノード分極曲線 の模式図で、縦軸に電位(E)を、横軸に $\log |i|$ をとってい る.腐食電位( $E_{corr}$ )より、電位が高くなるにつれて腐食速度 (i)が大きくなる、Tafelの式に従う領域があり、続いてiが 一定の拡散律速領域が現れる.拡散律速領域を超えてさらに 電位を高くするとiが急激に小さくなる.ここでは、酸化力 が極めて大きいために、

#### $2Fe+3H_2O{\rightarrow}Fe_2O_3+6H^++6e^-$

という反応が進み,鉄表面に薄くて(nm オーダー)緻密な Fe<sub>2</sub>O<sub>3</sub>皮膜が形成され,腐食反応が抑制される.このよう に,大きな酸化力によって形成された薄くて緻密な酸化皮膜 によって,腐食速度が非常に小さくなった状態を不動態とい い,鉄の溶解が進む領域を活性態という.不動態域からさら に電位を上げると酸素発生が生じる(図1.6参照).なお,鉄 の不動態化については,次回講義で詳しく述べる.

図1.8(a)の分極曲線を電流制御によって測定する.まず, 図1.8(b)のように、印加電流を0(i=0),自然電位: $E_{corr}$ )から徐々に大きくしていくと、活性態のピーク電流(PU1)まではアノード分極曲線に沿って電位が高くなるが、ピーク電流より大きな電流を加えたところで急激に電位が高くなり、酸素発生域の電位まで上昇していく(PU2 $\rightarrow$ PX).続いて、図1.8(c)のように、PXより電流を徐々に小さくしていくと、酸素発生のアノード分極曲線に沿って電位が低くなるが、不動態に達する(PD1)と急激に電位が低くなって活性態 域(PD2)に移行し、自然電位(*E*<sub>corr</sub>, *i*=0)に達する. このよ うに、電流制御の分極では、活性態から不動態への遷移域な らびに不動態域を検出できない(図1.8(d)). ポテンショスタ ットを使った電位制御による分極曲線測定により、初めて不 動態の挙動を把握することができた.

## 1.5. まとめ

腐食の基礎について解説するとともに、各種金属材料の耐 食性発現機構ついて解説した.金属材料の耐食性は,酸化物 や水酸化物、炭酸塩や硫酸塩などに覆われることによって達 成される.金属材料の耐食性と環境因子との関係を把握する ことは、材料の有効利用(防食対策)のみならず耐食性材料の 開発にも有効であると考えられる.

#### 文 献

(1)腐食防食協会編:材料環境学入門,丸善,(1993),17-22.
(2)腐食防食協会編:材料環境学入門,丸善,(1993),263.

(3) 大塚俊明:金属, 92(2022), 70-80.



****
1985年 東京大学大学院工学系研究科博士課程修了
1985年 東京大学工学部金属材料学科 助手,講師
1992年 同学部金属工学科助教授
2002年 物質・材料研究機構材料研究所 ディレク
ター,材料信頼性センター グループリー
ダー等を経て2015年 同機構定年退職,
2015年 同機構 特別研究員
2020年 同機構 退職,現在に至る.
専門分野:ステンレス鋼の局部腐食、金属材料の大気
腐食
◎40年以上にわたり、金属材料の腐食・防食の研究
に従事.腐食問題の解決にあたるとともに,腐食

篠原 正

研究の重要性を積極的に発信.

\*\*\*\*